= РОСТ КРИСТАЛЛОВ =

УДК 621.74.033/034:536.421.4

СОВЕРШЕНСТВОВАНИЕ ТЕОРИИ ГЕТЕРОГЕННОЙ КРИСТАЛЛИЗАЦИИ МЕТАЛЛОВ И ВЫБОР РАЗМЕРОВ ЧАСТИЦ НАНОМОДИФИКАТОРОВ

© 2011 г. А. М. Кац

Московский государственный индустриальный университет E-mail: arcadkaz@sumail.ru Поступила в редакцию 05.05.2010 г.

На основе расчетного исследования совместного влияния радиусов зародыша и частицы нерастворимой примеси на работу зародышеобразования и скорость зарождения центров кристаллизации впервые установлена экстремальная зависимость указанных параметров от размера частиц примеси и предложены научно обоснованные практические рекомендации по выбору размеров частиц наномодификаторов.

ВВЕДЕНИЕ

В связи с повышением требований к качеству отливок и слитков возрастает внимание к модифицированию их структуры с целью улучшения механических и других характеристик. Но до сих пор остается нерешенной задача выбора оптимальных размеров частиц примесей-модификаторов для радикального измельчения макроструктуры слитков и отливок. Целенаправленное решение этой задачи невозможно без развития теории гетерогенной кристаллизации, лежащей в основе модифицирования.

Анализ теории гетерогенной кристаллизации, проведенный в работах зарубежных и отечественных ученых (М.К. Флемингса, В.И. Данилова, О.Д. Казачковского, Г.Ф. Баландина и др.), показывает, что решения для ключевого исходного параметра, каким является работа зародышеобразования, базируются на уравнениях, полученных для самопроизвольной кристаллизации, и последующей их приближенной корректировке применительно к гетерогенной кристаллизации.

Так, известное решение для работы образования кубического зародыша критического размера на поверхности нерастворимой примеси [1,2] имеет вид

В [3] изменение свободной энергии $\Delta G_{\rm r}$ при формировании критического зародыша на подложке (аналог $W_{\rm r}$) определено формулой

$$\Delta G_{\rm r} = \Delta G_{\rm c} f(\theta), \qquad (2)$$

где $\Delta G_{\rm c}$ — изменение свободной энергии при формировании критического зародыша в условиях самопроизвольной кристаллизации, θ — краевой угол смачивания подложки зародышем.

Несмотря на определенные различия по форме, приведенные решения дают одинаковый результат для изоморфной примеси: в решении (1) работа зародышеобразования на изоморфной примеси, т.е. при $\sigma_{\rm жr} - \sigma_{\rm жn} + \sigma_{\rm rn} \longrightarrow 0, W_{\rm r} \longrightarrow 0$ и по решению (2) при полной смачиваемости изоморфной примесью зародыша $\theta = 0^\circ, f(\theta) \longrightarrow 0$ и $\Delta G_{\Gamma} \longrightarrow 0$. Отсюда следует, что оба решения для изоморфной примеси сводят работу зародышеобразования и соответственно изменение свободной энергии Гиббса при формировании критического зародыша к нулю. Это по существу означает, что, согласно классической теории, при введении изоморфной примеси работа и соответствующая ей скорость зародышеобразования становятся независимыми от переохлаждения. Отмеченные решения противоречат приведенной в [2] экспериментальной зависимости скорости зарождения центров кристаллизации от переохлаждения для окисленного натрия (окись натрия выступает в роли изоморфной примеси).

Неадекватность классической теории гетерогенной кристаллизации отмеченным экспериментальным данным свидетельствует о слабости указанной теории. Интересно признание М.К. Флемингса [3], согласно которому на результат гетерогенного процесса могут оказывать решающее влияние другие факторы, не рассматриваемые в классической теории зародышеобразования.

Особенностью проведенного ниже исследования (сравнительно с [1–3] и др.) является коренное совершенствование методологии анализа процесса гетерогенной кристаллизации. В отли-



Рис. 1. Схема к расчету изменения свободной энергии в начальный момент кристаллизации на частице примеси: а — схема равновесия на поверхности раздела фаз жидкое—твердое—примесь; б — поверхности раздела фаз примесь—жидкое (исходное состояние) и примесь—твердое—жидкое (после начала кристаллизации); в — схема изменения удельных поверхностных энергий до начала (g_1) и после начала (g_2) кристаллизации.

чие от традиционных теоретических подходов, использующих применительно к гетерогенной кристаллизации приближенную корректировку решений, выведенных для самопроизвольной кристаллизации, в настоящей работе выполнен термодинамический анализ непосредственно гетерогенной кристаллизации с учетом закономерностей коллоидной химии.

ТЕОРЕТИЧЕСКИЙ АНАЛИЗ

Проанализируем процесс гетерогенной кристаллизации сравнительно с самопроизвольной. Постановка задачи: в расплав введена частица нерастворимой сферической примеси радиусом $r_{\rm np}$, на которой протекает кристаллизация с образованием слоя твердой фазы наружным радиусом r и внутренним радиусом $r_{\rm np}$. Аналогично классическому подходу принимаем, что поверхностное натяжение не зависит от радиуса поверхности раздела фаз. При самопроизвольной кристаллизации, согласно термодинамическим исследованиям, изменение свободной энергии при кристаллизации сферического зародыша описывается выражением

$$\Delta G_{\rm c} = 4\pi r^2 \sigma_{\rm \tiny WT} - 4/3\pi r^3 L \Delta T/T. \tag{3}$$

Отсюда при $\partial \Delta G_c / \partial r = 0$ следует критический размер зародыша

$$r_{\rm KD} = 2\sigma_{\rm WT} T / (L\Delta T). \tag{4}$$

С повышением *r* величина ΔG_c достигает максимума при $r = r_{\rm kp}$ и затем спадает до нуля при $\Delta G_c = 0$ и значении $r = 3\sigma_{\rm xt}T/(L\Delta T)$, превышающем в 1.5 раза величину $r_{\rm kp}$.

Определим величину ΔG_{Γ} в условиях гетерогенной кристаллизации на сферической примеси радиусом $r_{пр}$ на основе методологии термодинамического анализа, используемой применительно к самопроизвольной кристаллизации, но *с учетом особенностей гетерогенной кристаллизации*. Для этого проанализируем компоненты ΔG_{Γ} сравнительно с вариантом самопроизвольной кристаллизации, учитывая, что по определению $\Delta G =$ $= G_2 - G_1$, где индексы 1 и 2 относятся соответственно к исходному и конечному состояниям.

– При самопроизвольной кристаллизации изменение свободной энергии протекает вследствие замещения жидкой фазы твердой в объеме $V_c = (4/3)\pi r^3$. В условиях гетерогенной кристаллизации замещение жидкой фазы твердой произойдет в объеме $V_r = (4/3)\pi (r^3 - r_{np}^3)$. При этом аналогично самопроизвольной кристаллизации имеем снижение свободной энергии ($G_2 < G_1$) и изменение свободной энергии $\Delta G_a = G_2 - G_1 < 0$ (убыль со знаком "–"):

$$\Delta G_{\rm a} = -4/3\pi (r_{\rm kp}^3 - r_{\rm np}^3)L\Delta T/T. \tag{5}$$

– При самопроизвольной кристаллизации расходуется энергия на увеличение поверхности раздела твердое-жидкое *S* от нуля до $S = 4\pi r^2$ и приращение свободной энергии составит $\Delta G_6 = G_2 - G_1 = 4\pi r^2 \sigma_{\text{тж}} > 0$. В условиях гетерогенной кристаллизации происходит увеличение поверхности раздела твердое-жидкое от $4\pi r_{\text{пр}}^2$ до $4\pi r^2$, вследствие чего прирост поверхности раздела составит $4\pi (r^2 - r_{\text{пр}}^2)$. При этом аналогично самопроизвольной кристаллизации $G_2 > G_1$ и $\Delta G_6 = G_2 - G_1 > 0$, поэтому имеет место прирост (знак "+") изменения свободной энергии:

$$\Delta G_{\rm f} = 4\pi (r^2 - r_{\rm np}^2) \sigma_{\rm TW}.$$
 (6)

– В условиях гетерогенной кристаллизации (в отличие от самопроизвольной) дополнительным компонентом является изменение свободной энергии $\Delta G_{\rm B}$, связанное с формированием поверхности раздела S_0 трех фаз: примеси, жидкой фазы и твердой фазы (рис. 1). Площадь этой поверхности раздела определяется радиусом частицы примеси $r_{\rm np}$ и составляет $S_0 = 4\pi r_{\rm np}^2$.

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011



Рис. 2. Схемы роста зародышей на частице примеси к анализу частных зависимостей работы гетерогенного зародышеобразования от *r* при $r_{np} = \text{const}$ (a) и от r_{np} при r = const (б).

В начальный момент удельная свободная энергия g_1 равна межфазной поверхностной энергии $\sigma_{\text{жп}}$, а после отрыва жидкости от примеси и образования новых поверхностей раздела жидкость-твердое и примесь-твердое удельная свободная энергия становится равной $g_2 = \sigma_{\text{жт}} + \sigma_{\text{пт}}$. По определению изменение удельной свободной энергии $\Delta g = g_2 - g_1$, вследствие чего $\Delta g = \sigma_{\text{жт}} + \sigma_{\text{пт}} - \sigma_{\text{жп}}$. В начальный момент кристаллизации на примеси толщину затвердевшей прослойки можно считать бесконечно малой, поэтому $S_{\text{жт}} \approx S_{\text{пт}} \approx S_0$. В результате изменение свободной энергии, связанное с формированием поверхностей раздела жидкость-твердое и примесь-твердое, составит

$$\Delta G_{\rm B} = 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm wr} + \sigma_{\rm nr} - \sigma_{\rm wn}). \tag{7}$$

Полученное решение согласуется с положением коллоидной химии об увеличении свободной поверхностной энергии высокодисперсной системы при гетерогенном образовании зародыша и решением $\Delta G_{\rm B} = S_{\rm xtr} \, \sigma_{\rm xtr} + S_{\rm IIT} \, (\sigma_{\rm IIT} - \sigma_{\rm xII})$ [5], из которого при $S_{\rm xtr} \approx S_{\rm IIT} \approx S_0$ следует уравнение $\Delta G_{\rm B} = S_0(\sigma_{\rm xtr} + \sigma_{\rm IIT} - \sigma_{\rm xII})$ аналогичное уравнению (7) при $S_0 = 4\pi r_{\rm IID}^2$.

Согласно (5–7), суммарное изменение свободной энергии при гетерогенной кристаллизации составит $\Delta G_{\rm r} = \Delta G_{\rm a} + \Delta G_{\rm b} + \Delta G_{\rm b}$. В результате имеем

$$\Delta G_{\rm r} = 4\pi (r^2 - r_{\rm np}^2)\sigma_{\rm tw} + 4\pi r_{\rm np}^2(\sigma_{\rm wt} + \sigma_{\rm nt} - \sigma_{\rm wn}) - (8) - 4/3\pi (r^3 - r_{\rm np}^3)L\Delta T/T,$$

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011



Рис. 3. Зависимости работ зародышеобразования ΔG от радиуса зародыша r (а) и схематическая номограмма (б) зависимостей $\Delta G_r^*(\Delta T)$, $n^*(\Delta G_r^*)$ и $n^*(\Delta T)$: $1 - самопроизвольная кристаллизация (<math>\Delta G_c$); 2, $3 - гетерогенная кристаллизация (<math>\Delta G_r$) при относительно малых (2) и относительно больших (3) значениях $r_{\rm np}$; $\Delta T_{\rm M}$ – интервалы метастабильности.

откуда при *r* = *r*_{кр} приращение свободной энергии при образовании критического зародыша

$$\Delta G_{\rm r}^* = 4\pi (r_{\rm \kappa p}^2 - r_{\rm np}^2)\sigma_{\rm \tau x} + 4\pi r_{\rm np}^2(\sigma_{\rm x \tau} + \sigma_{\rm n \tau} - \sigma_{\rm x n}) - (9) -4/3\pi (r_{\rm \kappa p}^3 - r_{\rm np}^3)L\Delta T/T.$$

Полученное решение отличается от выражений (1, 2), предложенных ранее, учетом размера частицы примеси $r_{пр}$.

Сначала проанализируем частную зависимость $\Delta G_{\rm r} = f_1(r)$ при $r_{\rm np} = {\rm const}$ (рис. 2a). По определению $r_{\rm np} < r$ во всем диапазоне изменения радиуса зародыша. Величину критического зародыша при гетерогенной кристаллизации определяем по уравнению (8) из условия $\partial \Delta G_{\Gamma} / \partial r = 0$ при $r_{\Pi D} =$ = const. Получаем решение, аналогичное уравнению (3) для самопроизвольной кристаллизации. Таким образом, критический размер зародыша не меняется при переходе от самопроизвольной кристаллизации к гетерогенной. Указанный результат согласуется с выводом в [5], согласно которому радиусы критических зародышей при гомогенной (самопроизвольной) и гетерогенной кристаллизации одинаковы и положения максимумов функций работы зародышеобразования на оси r в обоих процессах совпадают (рис. 3а).

При $r_{\rm np} = 0$ решение (8) сводится к классическому выражению для изменения свободной энергии при самопроизвольной кристаллизации (3). Это логично означает, что процесс самопроизвольной кристаллизации может рассматриваться как частный случай гетерогенной кристаллизации при равенстве нулю радиуса частицы примеси.

Далее проанализируем частную зависимость $\Delta G_{\rm r} = f_2(r_{\rm np})$ при $r = {\rm const}$ (рис. 26). Рассматриваем прирост свободной энергии ΔG как работу зародышеобразования. Для сравнения работ $\Delta G_{\rm c}$ и $\Delta G_{\rm r}$ преобразуем решение (8) с учетом (3) к виду

$$\Delta G_{\rm r} = \Delta G_{\rm c} - 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm жn} - \sigma_{\rm nr}) + 4/3\pi r_{\rm np}^3 L\Delta T/T$$
, (10) откуда разность работ $\Delta G_{\rm cr} = \Delta G_{\rm c} - \Delta G_{\rm r}$ составит

$$\Delta G_{\rm cr} = 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm wn} - \sigma_{\rm nr}) - 4/3\pi r_{\rm np}^3 L\Delta T/T.$$
(11)

Отметим, что при относительно малых значениях $r_{\rm np}$ значения $r_{\rm np}^2$ значительно больше величин r_{np}^3 и приближенно будет

$$\Delta G_{\rm r} \approx \Delta G_{\rm c} - 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm mn} - \sigma_{\rm nr}), \qquad (12)$$

а при относительно больших значениях $r_{\rm np}$ значения r_{np}^3 значительно выше величин r_{np}^2 и приближенно имеем

$$\Delta G_{\rm r} \approx \Delta G_{\rm c} + 4/3\pi r_{\rm up}^3 L\Delta T/T.$$
(13)

 $\Delta G_{\rm r} \sim \Delta G_{\rm c} + 4/3 M_{\rm пр} \Delta \Delta I/I.$ (13) Результат повышения $\Delta G_{\rm r}$ сравнительно с $\Delta G_{\rm c}$ при относительно больших значениях r_{пр} связан с тем, что в этом случае становятся приоритетными параметр r_{np}^3 и замещение части объема зародыша частицей примеси. При этом теплота кристаллизации выделяется в меньшем объеме, ослабляется эффект уменьшения $\Delta G_{\Gamma}(8)$, обусловленный выделением тепла кристаллизации, и величина ΔG_{Γ} оказывается выше, чем $\Delta G_{\rm c}(13)$.

Согласно уравнению Юнга, при смачивании поверхности примеси новой (твердой) фазой $\sigma_{\text{жп}} - \sigma_{\text{пт}} > 0$. Это подтверждается оценкой соответствующих межфазных поверхностных энергий, приведенной в [2]. В результате при любом текущем r = const и смачивании поверхности примеси твердой фазой при относительно малых значениях $r_{\rm пр}$ из (12) имеем $\Delta G_{\rm r} < \Delta G_{\rm c}$.

Таким образом, при относительно малых размерах частицы примеси в условиях смачивания поверхности примеси твердой фазой работа гетерогенного образования зародыша текущего размера меньше работы самопроизвольного зародышеобразования. Поэтому утверждения авторов [1, 2] о понижении работы гетерогенного зародышеобразования сравнительно с самопроизвольным можно считать правомерными только при относительно малых размерах частиц нерастворимой примеси и смачивании их твердой фазой.

Зависимости работы зародышеобразования при самопроизвольной $\Delta G_{\rm c}$ и гетерогенной $\Delta G_{\rm r}$ кристаллизации (при $r_{\rm np}$ = const) от радиуса зародыша r при рассмотренных условиях показаны на рис. За. Они показывают, что максимумы кривых $\Delta G(r)$ для самопроизвольного и гетерогенного зародышеобразования соответствуют единому критическому радиусу $r_{\rm kp}$. При относительно малых значениях $r_{\rm пр}$ кривые $\Delta G_{\rm r}$ располагаются ниже (2),

а при относительно больших значениях r_{пр} – выше (3), чем кривая работы самопроизвольного зародышеобразования $\Delta G_{\rm c}$ (1). Таким образом, обнаружено, что соотношение работ зародышеобразования при самопроизвольной и гетерогенной кристаллизации оказывается в определенной зависимости от радиуса частицы примеси. Если радиус частицы примеси относительно мал, то работа гетерогенного зародышеобразования оказывается ниже работы самопроизвольного зародышеобразования и термодинамически более выгоден гетерогенный процесс зародышеобразования. Если, наоборот, радиус частицы примеси относительно большой, то работа гетерогенного зародышеобразования оказывается выше работы самопроизвольного зародышеобразования и термодинамически более выгоден самопроизвольный процесс зародышеобразования. Таким образом, от величины радиуса частицы примеси зависит склонность к тому или иному типу зародышеобразования.

Далее перейдем к экстремальным значениям

$$\Delta G_{r}^{*}$$
 и ΔG_{c}^{*} для $r = r_{\kappa p}$.
Из (9) следует

$$\Delta G_{\rm r}^* = 4\pi (r_{\rm \kappa p}^2 - r_{\rm \pi p}^2)\sigma_{\rm \tau x} +$$
(14)

 $+4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm wt}+\sigma_{\rm nt}-\sigma_{\rm wn})-4/3\pi (r_{\rm kp}^3-r_{\rm np}^3)L\Delta T/T.$ Отсюда при относительно малых значениях $r_{\rm np}$

$$\Delta G_{\rm r}^* = \Delta G_{\rm c}^* - 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm wn} - \sigma_{\rm nr}), \qquad (15)$$

а при относительно больших значениях $r_{\rm np}$

$$\Delta G_{\rm r}^* = \Delta G_{\rm c}^* + 4/3\pi r_{\rm np}^3 L\Delta T/T.$$
 (16)
Из (3) при $r = r_{\rm кр}$ будет

$$\Delta G_{\rm c}^* = 4\pi r_{\rm kp}^2 \sigma_{\rm wr} - 4/3\pi r_{\rm kp}^3 L \Delta T/T. \qquad (17)$$

Проанализируем решение (15). Пусть θ – краевой угол смачивания примеси твердой фазой. Так как $\cos \theta = (\sigma_{\text{жп}} - \sigma_{\text{пт}}) / \sigma_{\text{жт}}$, то $\sigma_{\text{жп}} - \sigma_{\text{пт}} = \sigma_{\text{жт}} \cos \theta$, вследствие чего из (15) $\Delta G_{r}^{*} = \Delta G_{c}^{*} - 4\pi r_{np}^{2} \sigma_{xr} \cos\theta$ и $\Delta G_{r}^{*} - \Delta G_{c}^{*} = -4\pi r_{np}^{2} \sigma_{xr} \cos\theta$. При смачивании примеси твердой фазой 0° < θ < 90°, 1 > cos θ > 0, $\sigma_{mn} - \sigma_{nr} > 0, \ \Delta G_{r}^{*} - \Delta G_{c}^{*} < 0$ и $\Delta G_{r}^{*} < \Delta G_{c}^{*}$. В результате при $r = r_{\rm kp}$ и смачивании примеси твердой фазой в области относительно малых значе-

ний $r_{\rm np}$ работа гетерогенного образования зародыша критического размера $r_{\rm kp}$ меньше, чем при самопроизвольной кристаллизации. Таким образом, при относительно малых значениях $r_{\rm np}$ работа гетерогенного зародышеобразования меньше, чем при самопроизвольном процессе как при текущих значениях *r*, так и при $r = r_{\rm kp}$.

Поскольку при относительно малых $r_{\rm np}$ будет $\Delta G_{\rm c}^* = 4\pi r_{\rm np}^2 \sigma_{\rm mr} \, \mu \, \Delta G_{\rm r}^* = 4\pi r_{\rm np}^2 \sigma_{\rm mr} - 4\pi r_{\rm np}^2 \sigma_{\rm mr} \cos \theta$, то при $\theta = 0^\circ$ (абсолютная смачиваемость примеси

> КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 Nº 2 2011

твердой фазой) соз $\theta = 1$ и в сочетании с $r_{\rm np} = r_{\rm kp}$ имеем $\Delta G_{\rm r}^* = 0$. С учетом важности этого результата в дальнейшем проверим его дополнительно.

Далее рассмотрим зависимости ΔG_c^* и ΔG_r^* от переохлаждения ΔT . Из решений (17) и (4) следует

$$\Delta G_{\rm c}^* = 16\pi \sigma_{\rm TM}^3 T^2 / (L^2 \Delta T^2).$$
 (18)

В результате из (15), (16) и (18) при относительно малых значениях r_{np}

$$\Delta G_{\rm r}^* \approx 16\pi\sigma_{\rm Tw}^3 T^2 / (L^2 \Delta T^2) - 4\pi r_{\rm np}^2 (\sigma_{\rm wn} - \sigma_{\rm nt}), \quad (19)$$

a при относительно больших значениях $r_{\rm np}$

$$\Delta G_{\rm r}^* \approx 16\pi \sigma_{\rm T*}^3 T^2 / (L^2 \Delta T^2) + 4/3\pi r_{\rm np}^3 L \Delta T / T.$$
 (20)

Из выражений (19) и (20) следует обратно пропорциональная зависимость экстремальных зна-

чений $\Delta G_{\rm r}^*$ от ΔT^2 независимо от значений $r_{\rm np}$.

Далее перейдем к скорости зарождения центров кристаллизации *n**, зависящей от экстремальных значений работы зародышеобразования. Согласно флуктуационной теории кристаллизации металлов [6]:

 $n^* = K_0 \exp[-\Delta G^*/(kT)] \approx 10^{39} \exp[-\Delta G^*/(kT)],$ (21) где $k = 1.38 \times 10^{-23}$ Дж/град, коэффициент $K_0 = 10^{39}$ имеет размерность м⁻³с⁻¹.

Из (21) следует, что в меру обнаруженной зависимости ΔG^* от r_{np} скорость зародышеобразования оказывается в зависимости от радиуса частицы примеси. Снижение максимальной работы образования зародыша критического размера

 ΔG_r^* при относительно малых значениях r_{np} сравнительно с самопроизвольной кристаллизацией приводит к повышению скорости зарождения центров кристаллизации, что должно способствовать измельчению макрозерна.

Зависимости $\Delta G_{\Gamma}^{*}(\Delta T)$, $n^{*}(\Delta G_{\Gamma}^{*})$ и $n^{*}(\Delta T)$ представлены на схематической номограмме (рис. 36). Она наглядно показывает, что в условиях гетерогенной кристаллизации:

– при относительно малых размерах частиц примеси и одном и том же переохлаждении скорость зарождения центров кристаллизации (точка 2) больше сравнительно с самопроизвольной кристаллизацией (точка I); при этом с понижением переохлаждения уменьшаются значения скорости зарождения центров кристаллизации, а интервал метастабильности $\Delta T_{\rm M}$ при гетерогенном процессе (линия 2) оказывается ниже, чем при самопроизвольном (линия I);

– при относительно больших размерах частиц примеси возможна противоположная картина, а именно понижение скорости зарождения центров кристаллизации (точка 3) и увеличение интервала метастабильности (линия 3) сравнительно с самопроизвольной кристаллизацией (линия 2).

Таким образом, существующие представления о снижении интервала метастабильности при введении частиц нерастворимой примеси [2], согласно полученным выше результатам, не могут носить универсального характера и их можно считать достоверными именно при относительно малых размерах частиц примеси. Различие в ходе линий 2 и 3 на квадранте $n^*(\Delta T)$ рис. Зб связано с обнаруженной выше зависимостью максимальных значений работы образования зародыша критического размера при гетерогенной кристаллизации от радиуса частицы примеси (расхождение максимумов кривых 2 и 3 на рис. За).

Из полученных зависимостей $\Delta G_{\Gamma}^{*}(\Delta T)$ (рис. 36) также следует, что в общем случае при гетерогенной кристаллизации сохраняется обрат-

но пропорциональная зависимость $\Delta G_{\rm r}^*$ от квадрата переохлаждения. При этом вследствие более

низкой величины ΔG_{Γ}^* сравнительно с самопроизвольной кристаллизацией в области относительно малых размеров частицы примеси при одной и той же для обоих процессов работе зароды-

шеобразования ΔG_c^* переохлаждение в условиях гетерогенного процесса оказывается ниже, чем при самопроизвольном (рис. 36: $\Delta T_r < \Delta T_c$). Это согласуется с многочисленными фактами пониженного переохлаждения при гетерогенной кристаллизации технических металлов и сплавов, содержащих, по-видимому, мелкие частицы активированных нерастворимых примесей.

Согласно вышеизложенному, в зоне малых $r_{\rm np}$ повышение радиуса частицы примеси уменьшает работу гетерогенного зародышеобразования, а в зоне больших $r_{\rm np}$ повышение радиуса частицы примеси увеличивает работу гетерогенного зародышеобразования. Это означает, что по мере роста $r_{\rm np}$ работа гетерогенного зародышеобразования сначала уменьшается, достигает минимума

при некотором критическом значении $r_{\rm np}^*$ и затем

возрастает (рис. 4а). Линия ΔG_c^* , независимая для самопроизвольного процесса от радиуса примеси $r_{\rm np}$, соответствует некоторому заданному значению $r = {\rm const.}$ Ниже этой линии располагается кривая с минимумом, отражающая зависимость

 ΔG_{Γ}^* от $r_{\Pi p}$ (при r = const).

Величину критического значения r_{np}^* , соответствующего минимуму ΔG_r^* на кривой $\Delta G_r^*(r_{np})$, рассмотрим далее. Для этого применительно к схеме процесса, отраженного на рис. 26, проанализируем с учетом уравнений (14) и (17) характер 378



Рис. 4. Зависимости от радиуса частицы примеси $r_{\rm np}$ работы гетерогенного зародышеобразования ΔG_r^* (a), разности работ зародышеобразования $\Delta G_{\rm cr}^*$ (б) и соотношения скоростей зарождения центров кристаллизации n_r^*/n_c^* (в) при $r = r_{\rm KD}$.

зависимости разности работ $\Delta G_{cr}^* = \Delta G_c^* - \Delta G_r^* = 4\pi r_{np}^2 (\sigma_{\pi n} - \sigma_{nr}) - 4/3\pi r_{np}^3 L\Delta T/T$ от r_{np} при некотором заданном значении текущего радиуса зародыша r = const. При этом полагаем, что r_{np} меньше заданного постоянного r во всем диапазоне изменения r_{np} . С целью проверки зависимости $\Delta G_{cr}^*(r_{np})$ на существование экстремума найдем решение уравнения $\partial \Delta G_{cr}^*/\partial r_{np} = 0$. Получаем после преобразований

$$\partial \Delta G_{\rm cr}^* / \partial r_{\rm np} = 2(\sigma_{\rm wn} - \sigma_{\rm nr}) - r_{\rm np} L \Delta T / T = 0, \quad (22)$$

$$\kappa_{\rm np}^* = 2(\sigma_{\rm mn} - \sigma_{\rm nr}) / [L\Delta T / T].$$
⁽²³⁾

Величину *r*^{*}_{пр} назовем первым критическим радиусом частицы примеси.

Для отыскания значения r_{np}^{**} , соответствующего условию $\Delta G_{cr}^{*} = 0$, согласно (14), решаем урав-

нение

$$4\pi r_{\rm ex}^2 (\sigma_{\rm ver} - \sigma_{\rm ver}) - 4/3\pi r_{\rm ex}^3 L\Delta T/T = 0, \qquad (24)$$

из которого следует

$$r_{\rm np}^{**} = 3(\sigma_{\rm wn} - \sigma_{\rm nr}) / [L\Delta T / T].$$
 (25)

Таким образом, после спада ΔG_{cr}^* (при $r_{np} > r_{np}^*$) разность работ ΔG_{cr}^* при $r_{np} = r_{np}^{**}$ достигает нуля, т.е. получаем $\Delta G_c^* = \Delta G_r^*$. Величину r_{np}^{**} назовем вторым критическим радиусом частицы примеси.

Из сравнения (23) и (25) следует, что значение $r_{\rm np}^{**}$ (для $\Delta G_{\rm cr}^* = 0$) в 1.5 раза превышает значение $r_{\rm np}^*$, соответствующее экстремуму $\Delta G_{\rm cr}^*$ в зоне пониженных значений $r_{\rm np}$. При этом оба критических радиуса частицы примеси тем больше, чем меньше переохлаждение.

Аналогичным образом находим, что альтернативному условию $\Delta G_{cr}^* < 0$, т.е. $\Delta G_c^* < \Delta G_r^*$, когда работа зародышеобразования на примеси больше, чем при самопроизвольной кристаллизации, отвечает неравенство

$$r_{\rm np}^{**} > 3(\sigma_{\rm mn} - \sigma_{\rm mn})/(L\Delta T/T).$$
 (26)

Полученный результат отражается на графике зависимости ΔG_{cr}^* от r_{np} (рис. 4б), наглядно показывающем более высокие значения ΔG_c^* сравнительно с ΔG_r^* при малых величинах r_{np} (разность $\Delta G_c^* - \Delta G_r^*$ положительна), и более низкие значения ΔG_c^* сравнительно с ΔG_r^* (разность $\Delta G_c^* - \Delta G_r^*$ отрицательна) при больших значениях r_{np} . Из вышеизложенных результатов следует сложный характер зависимости ΔG_{cr}^* повышается, достигает максимума и затем снижается до нуля, а при дальнейшем возрастании r_{np} величина ΔG_{cr}^* продолжает снижаться.

Далее оценим влияние смачиваемости примеси твердой фазой на r_{np}^* и r_{np}^{**} с учетом $\sigma_{\pi\pi} - \sigma_{n\tau} =$ = $\sigma_{\pi\tau} \cos\theta$. Получаем $r_{np}^* = 2\sigma_{\pi\tau} \cos\theta/[L\Delta T/T]$ и $r_{np}^{**} = 3\sigma_{\pi\tau} \cos\theta/[L\Delta T/T]$. Видно, что с повышением смачиваемости (уменьшением θ и повышением соз θ) значения r_{np}^* и r_{np}^{**} возрастают. В частном случае абсолютной смачиваемости примеси твердой фазой $\theta = 0^\circ$, $\cos \theta = 1$, $r_{np}^* = 2\sigma_{\pi\tau}/[L\Delta T/T]$ и $r_{np}^{**} = 3\sigma_{\pi\tau}/[L\Delta T/T]$. С учетом решения (4) видно, что при абсолютной смачиваемости $r_{np}^* = r_{\kappa p}$, т.е. критическое значение радиуса примеси, обеспечивающее минимальную величину ΔG_r^* , равно критическому радиусу зародыша.

Приведенные выше зависимости ΔG_{cr}^* от r_{np} справедливы в соответствии с условиями их вывода при $r = r_{kp} = \text{const. C}$ учетом обратной зави-

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011

КАЦ

симости скорости зарождения центров кристаллизации n^* от максимальной работы зародышеобразования ΔG_r^* (рис. 36) дополним графики рис. 4 зависимостями соотношения скоростей зарождения центров кристаллизации n_r^*/n_c^* от радиуса частицы примеси $r_{\rm np}$ при $r = r_{\rm kp} = {\rm const}$ (здесь n_r^* и n_c^* – скорости зарождения центров при гетерогенной и самопроизвольной кристаллизации соответственно). На рис. 4 точке минимума ΔG_r^* (а) отвечает максимум n_r^*/n_c^* (в), а точкам 0 и $r_{\rm np}^{**}$ оси абсцисс, для которых $\Delta G_r^* = \Delta G_c^*$ (а) соответствует равенство значений n_r^* и n_c^* , т.е $n_r^*/n_c^* = 1$ (в).

Из сопоставления частных зависимостей работы зародышеобразования от радиуса зародыша (при $r_{\rm np}$ = const) (рис. За) и от радиуса частицы примеси (при r = const) (рис. 4а) видна сходимость полученных результатов: при относительно малых радиусах частицы примеси работа гетерогенного зародышеобразования меньше, а при относительно больших радиусах частицы примеси — больше сравнительно с работой самопроизвольного зародышеобразования. Это позволяет утверждать, что результат, полученный на основе отмеченной всесторонней оценки, является достоверным.

Далее дополнительно проверим условие снижения работы гетерогенного зародышеобразования до нуля, что позволило бы максимально повысить скорость зарождения центров кристаллизации и снизить размер макрозерна.

Согласно (14), при $r_{\rm пp} = r_{\rm кp}$ с учетом (4):

$$\Delta G_{\rm r}^* = 4\pi r_{\rm kp}^2 (\sigma_{\rm wr} + \sigma_{\rm nr} - \sigma_{\rm wn}) =$$

$$= 16\pi \sigma_{\rm wr}^2 T^2 (\sigma_{\rm wr} + \sigma_{\rm nr} - \sigma_{\rm wn}) / (L^2 \Delta T^2). \qquad (27)$$

Согласно [2], условие $\sigma_{\text{жт}} + \sigma_{\text{пт}} - \sigma_{\text{жп}} = 0$ соответствует частному случаю гетерогенной кристаллизации на изоморфной примеси, кристаллическая решетка которой подобна решетке возникающей твердой фазы. При этом $\sigma_{m} = 0$, а поверхностные натяжения жидкости на границах с примесью и твердой фазой одинаковы, т.е. σ_{m} = $= \sigma_{\text{жт}}$. Если при $r_{\text{пр}} = r_{\text{кр}}$ примесь изоморфна, то в личина ΔG_{r}^{*} обращается в нуль. Таким образом, подтверждается полученный в данной работе вывод, согласно которому только при сочетании условия $r_{\rm пp} = r_{\rm кp}$ с изоморфной природой примеси $(\sigma_{_{\!\!\!
m XT}}+\sigma_{_{\!\!
m TT}}-\sigma_{_{\!\!
m XII}}=0)$ получаем $\Delta G_{_{\!\!
m T}}^*=0,$ т.е. в указанном частном случае работа гетерогенного образования критического зародыша равна нулю и не зависит от переохлаждения. При этом в выражении (21) $\exp[-\Delta G^*/(\kappa T)] \longrightarrow 1$ и скорость зарождения центров кристаллизации *n** стремится

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011

к своему максимальному значению ($n^* \longrightarrow K_0$), не зависимому от переохлаждения.

Из решения (27) следует, что при $r_{np} = r_{\kappa p}$ в случае неизоморфной природы примеси $\sigma_{\pi \tau} + \sigma_{n\tau} - \sigma_{\pi n} \neq 0$ и $\Delta G_r^* > 0$, вследствие чего работа образования критического зародыша зависит от переохлаждения. Это подтверждается и дальнейшими выкладками. Из решения (8) при $r_{np} = r_{\kappa p}$ следует

$$\Delta G_{\rm r} = 4\pi \left(r^2 - r_{\rm kp}^2 \right) \sigma_{\rm TW} + 4\pi r_{\rm kp}^2 \left(\sigma_{\rm WH} - \sigma_{\rm HT} \right) - -4/3\pi (r^3 - r_{\rm kp}^3) L\Delta T/T.$$
(28)

Видно, что когда $r_{\rm np} = r_{\rm kp}$, но рассматривается неизоморфная примесь, при любом текущем *r* с учетом зависимости $r_{\rm kp}$ от ΔT величина $\Delta G_{\rm r}$ должна зависеть от ΔT . Экстремальное значение $\Delta G_{\rm r}^*$ (для $r_{\rm np} = r_{\rm kp}$), согласно (27), для неизоморфной примеси также зависит от ΔT . Отмеченное отражено на схеме рис. Зб в виде обратных зависимостей $\Delta G_{\rm r}^*$ от ΔT .

Если рассматривается изоморфная примесь, но текущая $r_{\rm np} \neq r_{\rm kp}$, то при $\sigma_{\rm wr} + \sigma_{\rm nr} - \sigma_{\rm wn} = 0$ из (9) имеем

$$\Delta G_{\rm r}^* = 4\pi (r_{\rm kp}^2 - r_{\rm np}^2)\sigma_{\rm TK} -$$

$$-4/3 \ \pi (r_{\rm kp}^3 - r_{\rm np}^3)L\Delta T/T , \qquad (29)$$

что означает зависимость ΔG_{Γ}^* и n^* от ΔT с учетом связи $r_{\kappa p}$ с ΔT .

Установленная выше двухмерная зависимость работы гетерогенного зародышеобразования ΔG_{r} от определяющих факторов *r* и r_{np} отображена в обобщенном виде на объемной диаграмме рис. 5. Видно, что зависимость $\Delta G_{r}(r, r_{np})$ носит седлообразный характер. Плоскость ABCEF ограничена сверху линией BCE, отображающей зависимость ΔG_{r} от r_{np} при $r = r_{kp}$. Точка C соответствует минимуму $\Delta G_{r} = \Delta G_{r}^{*}$ при $r_{np} = r_{np}^{*}$.

РЕЗУЛЬТАТЫ И ИХ ОБСУЖДЕНИЕ

Показано, что по традиционным решениям (1), (2), не учитывающим размер частиц примеси, для изоморфной примеси $\Delta G_r^* = 0$ и соответственно ΔG_r^* и n_r^* не зависят от ΔT , что противоречит упомянутой экспериментальной зависимости $n_r^*(\Delta T)$ для чистого окисленного натрия, приведенной в [2]. По решению (29) настоящей работы при использовании изоморфной примеси и $r_{np} \neq r_{kp}$ имеем $\Delta G_r^* > 0$, причем ΔG_r^* и n_r^* зависят от ΔT , что согласуется с отмеченной экспериментальной зависимостью $n_r^*(\Delta T)$. Отсюда следует, что полученные результаты в отличие от решений классической теории адекватны экспериментальным данным, а использование изоморфной примеси в общем случае не означает минимизацию

380



Рис. 5. Объемная диаграмма двухмерной зависимости работы гетерогенного зародышеобразования ΔG_{Γ} от радиусов зародыша *r* и частицы нерастворимой примеси $r_{\Pi p}$; ΔG_{c}^{*} и ΔG_{Γ}^{*} – экстремальные значения работ образования критического зародыша соответственно при самопроизвольной и гетерогенной кристаллизации.

работы зародышеобразования до нуля и независимость этой работы и скорости зародышеобразования от переохлаждения.

Одновременно возникает и другой вопрос: является ли равенство размера частицы примеси критическому размеру зародыша достаточным условием для минимизации работы гетерогенного зародышеобразования до нуля и независимости работы $\Delta G_{\rm r}^*$ и скорости зарождения центров кристаллизации n_{Γ}^* от ΔT . По полученному результату (28) равенство $r_{\rm np} = r_{\rm kp}$ является необходимым, но недостаточным условием для обращения работы ΔG_{Γ}^* в нуль и независимости ΔG_{Γ}^* и n_{Γ}^* от ΔT . Полученные результаты показывают, что только сочетание равенства размеров частицы примеси и критического зародыша с изоморфной природой примеси обеспечивает минимизацию работы зародышеобразования до нуля и независимость работы $\Delta G_{\scriptscriptstyle \Gamma}^*$ и скорости зарождения центров кристаллизации n_{Γ}^* от переохлаждения.

Результаты анализа позволяют также утверждать, что некоторые традиционные представления являются либо ошибочными, либо упрощенными. Выше уже отмечалось противоречие между решениями (1, 2) и экспериментальными данными в отношении влияния изоморфного характера примеси на работу и скорость зародышеобразования и их связь с переохлаждением. Данное исследование устраняет это противоречие. В [1–3, 6, 7] отмечалось, что работа гетерогенного зародышеобразования меньше, чем при самопроизвольной кристаллизации. Однако из данного исследования видно, что такой вывод не является универсальным и справедлив лишь при условии, когда радиус частицы примеси ниже определенного критического значения r_{np}^{**} (25), причем величина этого значения тем выше, чем меньше переохлаждение и больше смачиваемость примеси твердой фазой.

В настоящее время отсутствует единый подход к выбору размеров частиц модификаторов. В [7] гипотетически утверждалось, что эффективны частицы, сопоставимые с кластерами размером 1-10 нм, а по другим данным [8] ориентируются на размеры частиц-модификаторов 50-100 нм. Проанализируем вопрос о критическом размере зародыша и оптимальной величине частицы изоморфной примеси, используя данные [6]. При этом исходим из величины критического радиуса зародыша для самопроизвольной кристаллизации, так как она соответствует этому параметру и при гетерогенном процессе. Для стали переохлаждение при самопроизвольной кристаллизации достигает 295°С. При этом, согласно упомянутой работе, критический радиус зародыша составляет примерно 4.6×10^{-7} см, т.е. 4.6 нм. Отсюда следует, что оптимальный размер частицы примеси изоморфного модификатора для стали равен примерно 4-5 нм. С учетом особенностей решения задачи о критическом радиусе зародыша и некоторых общих для металлов соотношений ($\sigma_{xt}/L \approx$ ≈ 0.4 и $\Delta T \approx 0.2T$) критический радиус зародыша для различных металлов имеет значение, близкое к рассчитанному для стали [6].

Представляет интерес оценка потенциальных возможностей радикального повышения скорости зарождения центров кристаллизации и измельчения макрозерна слитков и отливок. Согласно решению (21), при $\Delta G^* = 0$ предельное расчетное значение $n^* = 10^{39} \text{ м}^{-3} \text{ c}^{-1}$. По экспериментальным данным [2], максимально-достигнутые значения n^* при кристаллизации металлов и органических веществ составляют $10^7...10^9 \text{ м}^{-3} \text{ c}^{-1}$, что намного ниже расчетного предельного уровня. По данным [9], под действием ультразвуковой обработки (**УЗО**) в режиме интенсивной кавитации число центров кристаллизации в единице объема сплава возрастало в 10^6 раз. Это означает снижение среднего объема макрозерна соответ-

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011

ственно в 10⁶ раз, а линейного размера макрозерна $A - в 10^2$, т.е. в 100 раз. Поскольку размер макрозерна A примерно равен $A \approx (v/n)^{1/4}$ [2] (здесь *v* – скорость роста), то скорость зарождения центров кристаллизации *п* обратно пропорциональна A⁴. Соответственно отмеченный эффект влияния УЗО на *n* выражается показателем $10^{2 \times 4}$ т.е. 10⁸. В сочетании с примерным базовым уровнем $n \approx 10^8 \text{ м}^{-3} \text{ c}^{-1}$ достигнутый уровень *n* с учетом эффекта действия УЗО примерно составил *n* ≈ $\approx 10^{16} \,\mathrm{m}^{-3} \,\mathrm{c}^{-1}$. Для этого значения *n* при характерной скорости кристаллизации 5 мм/с [10] из приведенного решения для размера макрозерна следует $A \approx 27$ мкм, что вписывается в диапазон фактических размеров макрозерен 0.01-100 мкм по данным [9].

Заметим, что по результатам обобщения экспериментальных данных пока достигнутый эффект снижения размера макрозерна разными способами (УЗО, электромагнитное перемешивание, вибрация, предварительное охлаждение расплава на водоохлаждаемом желобе, модифицирование добавками) в среднем обычно не превышает 100 раз. По расчету возможно дополнительное повышение *n* в $10^{39-16} = 10^{23}$ раз и уменьшение размера макрозерна в $10^{23/4} \approx 10^6$ раз. Отмеченное свидетельствует о наличии огромного неиспользованного потенциала измельчения размеров макрозерен и связанного с этим повышения свойств литой металлопродукции.

Можно полагать, что минимальный размер макрозерна равен критическому радиусу зародыша $r_{\rm кp}$ (4—5 нм), если число центров кристаллизации чрезвычайно велико и зародыши не успевают выйти на стадию роста. Это подтверждается тем, что минимально достигнутый размер макрозерна (недендритного) на алюминиевом сплаве достигал 10 нм [9], что близко по порядку величин к радиусу критического зародыша.

Способы физического воздействия на расплав при всей их практической важности не дают возможности целенаправленно управлять размером частиц, становящихся центрами кристаллизации, а размер этих частиц, согласно проведенному анализу, чрезвычайно сильно влияет на работу и скорость зародышеобразования. Поэтому для целенаправленного и радикального измельчения макроструктуры отливок и слитков до наноразмерного уровня представляется важным приоритетное развитие наномодифицирования порошками с размером изоморфных частиц 4-5 нм. Для дополнительного повышения эффективности измельчения макрозерна путем активирования примесей, содержащихся в исходном (до модифицирования) расплаве, полезно сочетать наномодифицирование частицами оптимального размера с интенсивными физическими воздействиями.

КРИСТАЛЛОГРАФИЯ том 56 № 2 2011

Результаты данного исследования расширяют представления о гетерогенной кристаллизации благодаря установленным закономерностям влияния размеров частиц нерастворимых примесей на работу зародышеобразования и скорость зарождения центров кристаллизации, создают предпосылки для совершенствования теории формирования макроструктуры отливок и слитков, свидетельствуют о перспективности развития наномодифицирования в направлении значительного (примерно на порядок) уменьшения размеров частиц наномодификаторов.

выводы

Впервые на основе термодинамического анализа процесса гетерогенной кристаллизации на частицах нерастворимой примеси с учетом закономерностей коллоидной химии установлена экстремальная зависимость работы гетерогенного образования зародыша критического размера

 $\Delta G_{\rm r}^*$ от радиуса частицы примеси $r_{\rm np}$, согласно которой с повышением $r_{\rm np}$ работа $\Delta G_{\rm r}^*$ сначала снижается и после достижения минимума при определенном критическом значении радиуса частицы примеси $r_{\rm np}^*$ повышается.

Получено решение для критического радиуса частицы примеси r_{np}^* , при котором обеспечивается минимальное значение работы гетерогенного зародышеобразования. Показано, что величина r_{np}^* тем выше, чем меньше переохлаждение и больше смачиваемость примеси твердой фазой. Определена область размеров частиц примеси, при которых работа гетерогенного зародышеобразования критического зародыша меньше, чем при самопроизвольной кристаллизации.

Установлена возможность снижения работы гетерогенного образования зародыша критического размера до нуля при одновременном повышении до максимума скорости зарождения центров кристаллизации при введении в расплав частиц изоморфной примеси с размером, равным критическому радиусу зародыша $r_{\rm kp}$. Рекомендуется с целью получения максимального эффекта модифицирования макрозерна отливок и слитков использовать наномодификаторы с размером частиц 4—5 нм, соответствующим наноразмерной величине критического радиуса зародышей.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. Козачковский О.Д. // Сб. науч. тр. Института металлофизики. АН УССР. Киев, 1948. № 1. С. 117.
- 2. Баландин Г.Ф. Формирование кристаллического строения отливок. М.: Машгиз, 1973. 288 с.
- 3. *Флемингс М.К.* Процессы затвердевания. М.: Мир, 1977. 423 с.

382

- 4. Шукин Е.Д., Перцов А.В., Амелина Е.А. Коллоидная химия. 5-е изд. М.: Высш. шк., 2007. 444 с.
- 5. *Самойлович Ю.А.* Системный анализ кристаллизации слитка. Киев: Наук. думка, 1983. 248 с.
- 6. *Ефимов В.А.* Разливка и кристаллизация стали. М.: Металлургия, 1976. 552 с.
- 7. Воздвиженский В.М., Грачев В.А., Спасский В.В. Литейные сплавы и технология их плавки в машиностроении. М.: Машиностроение, 1984. 432 с.
- 8. Нанотехнологии в микро- и макрометаллургических процессах. ИТПМ СО РАН. Интернет.
- Добаткин В.И., Эскин Г.И. Литье с применением ультразвуковой обработки расплава. Специальные способы литья. Справочник. М.: Машиностроение, 1991. С. 448.
- 10. *Кац А.М.* // Изв. вузов. Цветная металлургия. № 4. 2008. С. 32.