УДК 669.158:621.785.74

Б. Ф. Белов, А. И. Троцан, И. Л. Бродецкий, М. Н. Сосновцев*,

В. А. Драчук

Институт проблем материаловедения НАН Украины, Киев $^{^*}$ ПГТУ, Мариуполь

СТРУКТУРИЗАЦИЯ ОКСИДНЫХ ФАЗ В ПРОЦЕССАХ РАСКИСЛЕНИЯ ЖЕЛЕЗОУГЛЕРОДИСТЫХ РАСПЛАВОВ КРЕМНИЕМ И АЛЮМИНИЕМ. Сообщение 3

ПДС-методом построена базовая диаграмма $FeO-Al_2O_3$ тройной системы $FeO-SiO_2-Al_2O_3$ и выполнены физико-химический и микро-наноструктурный анализы (СХС-анализ) исходных компонентов (вюстит, глинозем) и промежуточных фаз — алюминатов железа, определяющих природу неметаллических включений при раскислении алюминием железоуглеродистых расплавов.

ПДС-методом побудована базова діаграма FeO-Al $_2O_3$ потрійної системи FeO-SiO $_2$ -Al $_2O_3$ і виконани фізико-хімічний та мікро-наноструктурний аналізи (СХС-аналіз) вихідних компонентів (вюстіт, глинозем) і проміжних фаз - алюминатів заліза, що визначають природу неметалевих включень при розкисленні алюмінієм залізовуглецевих розплавів.

PDS-method is built base diagram FeO-Al $_2$ O $_3$ triple system FeO-SiO $_2$ -Al $_2$ O $_3$ and is executed physico-chemical, micro-nanostructured analysis (SHS-analysis) source component (wustit, alumine) and intermediate phases - an ferric aluminate, defining nature non-metallic inclusion under deoxidation aluminum iron-carbon melts.

Ключевые слова: полигональная диаграмма, промежуточные фазы, алюминаты железа, ионно-молекулярный комплекс, анализ структурно-химического состояния.

Условия образования и структуризация алюминатов железа

Полигональная диаграмма состояния бинарной системы $FeO-Al_2O_3$, построенная графо-аналитическим методом (ПДС-метод), как и предыдущая диаграмма $FeO-SiO_2$ в сообщении 2 [1], представлена на рис. 1.

Взаимодействия исходных компонентов вюстита и глинозема совершаются при температурах их существования, превышающих температуру образования вюстита (560 $^{\circ}$ C), с образованием первичной промежуточной фазы (ППФ) стехиометрического состава 2FeOAl₂O₃ при 1000 $^{\circ}$ C.

ППФ условно разделяет систему FeO-Al $_2$ O $_3$ на две подсистемы FeO-2FeOAl $_2$ O $_3$ и Al $_2$ O $_3$ -2FeOAl $_2$ O $_3$, в которых образуются вторичные промежуточные фазы, последовательный ряд которых имеет следующий вид: FeO→12FeOAl $_2$ O $_3$ (\bigcirc)→8FeOAl $_2$ O $_3$ → \rightarrow 6FeOAl $_2$ O $_3$ →4FeOAl $_2$ O $_3$ →3FeOAl $_2$ O $_3$ (\bigcirc) →2FeOAl $_2$ O $_3$ (\bigcirc (ППФ) →3FeO2Al $_2$ O $_3$ (\bigcirc 3) → \rightarrow FeOAl $_2$ O $_3$ → ReO3Al $_2$ O $_3$ → Al $_2$ O $_3$ и включает три эвтектики, пять сингулярных фаз с конгруэнтной точкой плавления и две инконгруэнтные фазы.

На классической диаграмме (см. вставку на рис.1) известна только одна фаза (герцинит FeOAl₂O₃), образующая эвтектики с вюститом (1310 $^{\circ}$ C) и корундом (1750 $^{\circ}$ C).

На ординатах чистых компонентов обозначены следующие критические точки — тепловые и химические $(t, {}^{0}\mathrm{C})$:

FeO:
$$B_0(560) \rightarrow B_1(1000) \rightarrow B_2(1100) \rightarrow B_3(1200) \rightarrow B_4(1370) \rightarrow B_5(1500) \rightarrow B_6(1600) \rightarrow B_7(1800) \rightarrow B_8(2000),$$

где $B_{_0}$ и $B_{_4}$ — температуры образования и плавления, точки $B_{_5}$ – $B_{_8}$ — для жидкого состояния.

$$Al_2O_3$$
: $A_1(1000) \rightarrow A_2(1350) \rightarrow A_3(2050) \rightarrow A_4(2300)$,

где A_4 — точка плавления.

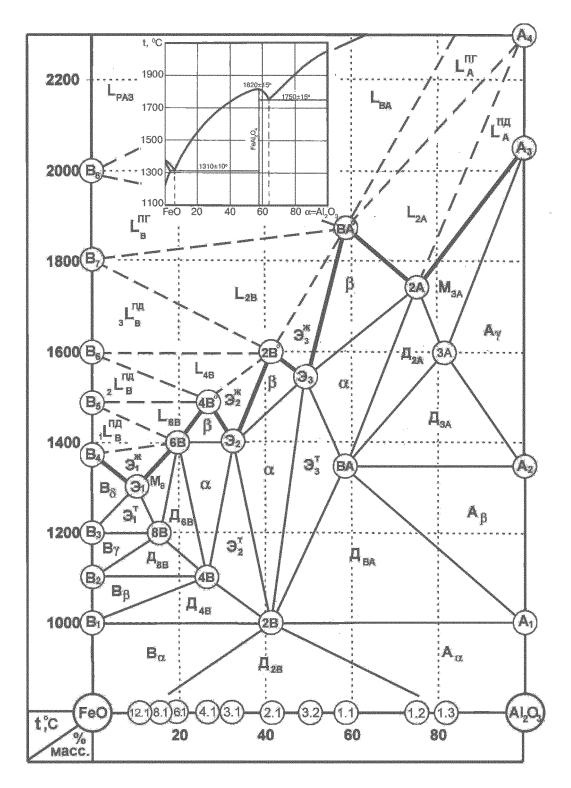


Рис. 1. Полигональная диаграмма системы Fe-Al₂O₃

Получение и обработка расплавов

На базе исходных компонентов в результате мезо- и изоморфных превращений образуются следующие области гомогенности твердых и жидких фаз:

$$\text{FeO: } B_{\alpha} \rightarrow B_{\beta} \rightarrow B_{\gamma} \rightarrow B_{\delta} \rightarrow_{1} L_{R}^{\Pi \square} \rightarrow_{2} L_{R}^{\Pi \square} \rightarrow_{3} L_{R}^{\Pi \square} \rightarrow_{4} L_{B}^{\Pi \Gamma} \rightarrow L_{PA3};$$

$$\text{Al}_2\text{O}_3\text{:}\ A_\alpha\!\!\to\!\!A_\beta\!\!\to\!\!A_\gamma\!\!\to\!L_A^{\Pi\Pi}\to L_A^{\Pi\Gamma}\to L_{PA3}\ .$$

Линия ликвидуса (жирная линия), проведенная через сингулярные точки $B_4 \rightarrow 3_1 \rightarrow 6B \rightarrow 4B^0 \rightarrow 3_2 \rightarrow 2B^0 \rightarrow 3_3 \rightarrow BA^0 \rightarrow 2A^0 \rightarrow A_3$, разделяет области существования твердых и жидких фаз, ограниченных линиями сольвуса (сплошные линии) и линиями ликвуса (пунктирные линии). Сингулярные фазы, образующиеся в твердом состоянии, в области гомогенности имеют модификации низко- и высокотемпературные (α , β соответственно), а также моно- и диструктурные состояния (M и M-состояния) твердых растворов.

В табл. 1 приведена классификация промежуточных фаз системы FeO-Al $_2$ O $_3$ на основе анализа их структурно-химического состояния (СХС-анализ), включающего физико-химический анализ: химические реакции взаимодействия в квазибинарных линейных системах концентрационного поля диаграммы, стехиометрический и химический составы, оксидный модуль (М = FeO/Al $_2$ O $_3$), температуры образования и плавления, а также микроскопический (М и Д-состояния) и наноструктурный анализы (стабильные ионномолекулярные комплексы (СИМ-комплексы). Условные обозначения стехиометрического состава промежуточных фаз показаны двузначными цифрами на абсциссе диаграммы (первая цифра — вюстит, вторая — глинозем) и на концентрационном поле диаграммы литерами В (вюстит) и А (глинозем), литеры М и Д — моно- и диструктурные состояния.

СИМ-комплексы исходных компонентов и отдельных промежуточных и эвтектических фаз, сведенные в табл. 2, представляют собой центрально-симметричные плоские (полигональные ячейки) или объемные (полиэдрические ячейки) конструкции с максимально плотной упаковкой заданного числа частиц в единичном дву- или трехмерном пространстве. Число частиц (N), составляющих СИМ-комплекс, находят из структурной формулы исходных компонентов и промежуточных фаз, а плотность упаковки определяют из приведенных площади (S_0) и объема (V_0) полигональных и полиэдрических ячеек путем деления численных значений $S_{\Pi \Gamma}$, нм² и $V_{\Pi Z}$, нм³ на N. Геометрические параметры структурных ячеек находят из орбитальных радиусов, рассчитанных по модели РОМ-атома [2] для заданного типа химических связей железа (Fe^{2+}), алюминия (Al^{3+}) и кислорода (O^{2-} и O^{1-}) при образовании промежуточных фаз.

Полигональные ячейки имеют форму полимерных плоских электронейтральных или отрицательно заряженных сеток на базе комплексов $(Al_2O_5)^{4-}$, связанных катионами железа (Fe^{2+}) с анионами кислорода, образующих закрытые или открытые концевые связи. Полиэдрические электронейтральные ячейки кубической сингонии составляют из комплекта полигональных ячеек (не менее двух), связанных между собой физическими (притяжение-отталкивание) или химическими (ионными) силами в кристаллическом теле простых форм с заданным типом габитуса гармонических структур вещества.

Полигональные структуры позволяют исследовать механизм шлаковой обработки металлического расплава, тогда как полиэдрические позволяют оценить линейные размеры неметаллических (шлаковых) включений в литом металле.

В ПДС-методе построение диаграмм состояния, как уже отмечалось, конструкция диаграммы зависит от стехиометрического состава и структурного типа первичной промежуточной фазы, разделяющей бинарную систему на две подсистемы с исходными компонентами. При этом полиэдрические ячейки первичной промежуточной фазы образуют прототипы кристаллических форм — для подсистем $2\text{FeOAl}_2\text{O}_3$ -FeO и $2\text{FeOAl}_2\text{O}_3$ -Al $_2\text{O}_3$.

На рис. 2 представлена графическая зависимость геометрических параметров структурных ячеек в зависимости от стехиометрического состава алюминатов железа.

Таблица 1. Классификация алюминатов железа

:		Промежуто	Промежуточные фазы				
Линеиные системы		химические	условные	Al,O.,	FeO	температура, °С	ypa, ⁰ C
	химические реакции	формулы	обозна-	, 3. мас.%	$\overline{\mathrm{Al_2O_3}}$	образования	плавления
FeO-Al ₂ O ₃	$2\text{FeO+Al}_2O_3 \leftrightarrow 2\text{FeOAl}_2O_3$ $3(2\text{FeOAl}_2O_3) \leftrightarrow 3\text{FeOAl}_2O_3 + 3\text{FeO2Al}_2O_3$	2FeOAl ₂ O ₃	2.1(2B)	41,5	1,41	1000 H.Д.*	<u>1600</u> н.д.
FeO-2FeOAl ₂ O ₃	$2\text{FeOAl}_2O_3 + 2\text{FeO} \leftrightarrow 4\text{FeOAl}_2O_3$ $3(4\text{FeOAl}_2O_3) \leftrightarrow 6\text{FeOAl}_2O_3 + 2(3\text{FeOAl}_2O_3)$	4FeOAl ₂ O ₃	4.1(4B)	26,2	2,82	1100 H.A.	1500 H.A.
FeO-4FeOAl ₂ O ₃	$4\text{FeO} + 4\text{FeOAl}_2O_3 \leftrightarrow 8\text{FeOAl}_2O_3$ $3(8\text{FeOAl}_2O_3) \leftrightarrow 12\text{FeOAl}_2O_3 + 2(6\text{FeOAl}_2O_3)$	8FeOAl ₂ O ₃	8.1 (8B)	15,0	5,05	<u>1200</u> н.д.	<u>1500</u> н.д.
8 FeOAl $_2$ O $_3$ - -4 FeOAl $_2$ O $_3$	$8\text{FeOAl}_2\text{O}_3 + 4\text{FeOAl}_2\text{O}_3 \leftrightarrow 2(6\text{FeOAl}_2\text{O}_3)$	6FeOAl ₂ O ₃	6.1(6B)	19,1	4,24	<u>1400</u> н.д.	<u>н.д.</u> н.д
FeO-8FeOAl ₂ O ₃	$4\text{FeO} + 8\text{FeOAl}_{_2}\text{O}_{_3} \!\leftrightarrow\! 12\text{FeOAl}_{_2}\text{O}_{_3}$	12FeOAl ₂ O ₃	12.1(9 ₁)	10,6	8,47	1300 1300	$\frac{1300}{1300}$
4FeOAl ₂ O ₃ - -2FeOAl ₂ O ₃	$4\text{FeOAl}_2\text{O}_3 + 2\text{FeOAl}_2\text{O}_3 \leftrightarrow 2(3\text{FeOAl}_2\text{O}_3)$	3FeOAl ₂ O ₃	3.1(9 ₂)	32,1	2,10	<u>1400</u> н.д.	<u>1400</u> н.д.
Al ₂ O ₃ -2FeOAl ₂ O ₃	$A_1O_3 + 2FeOAl_2O_3 \leftrightarrow 2(FeOAl_2O_3)$ 4(FeOAl_2O_3) $\leftrightarrow 3FeO2Al_2O_3 + FeO2Al_2O_3$	FeOAl ₂ O ₃	1.1(BA)	58,6	0,71	135 <u>0</u> H.A.	185 <u>0</u> 1820
FeOAl ₂ O ₃ -Al ₂ O ₃	$FeOAl_2O_3 + 2Al_2O_3 \leftrightarrow FeO3Al_2O_3$	FeO3Al ₂ O ₃	13(3A)	81,0	0,23	1600 H.Д.	<u>1850</u> H.Д.
FeOAl ₂ O ₃ - -FeO3Al ₂ O ₃	$FeOAl_2O_3 + FeO3Al_2O_3 \leftrightarrow 2(FeO2Al_2O_3)$	FeO2Al ₂ O ₃	1.2(2A)	73,9	0,35	175 <u>0</u> H.A.	<u>1750</u> н.д.
2FeOAl ₂ O ₃ - -FeOAl ₂ O ₃	2FeOAl ₂ O ₃ +FeOAl ₂ O ₃ ↔3FeO2Al ₂ O ₃	3FeO2Al ₂ O ₃	3.2(3 ₃)	51,5	0,94	1550 H.A.	<u>1550</u> н.д.

[:] н.д. - нет данных

Получение и обработка расплавов

Таблица 2. Структуризация алюминатов железа

Формульный состав		СИМ – комплексы (О - кислород, ●- железо, △- алюминий)	
стехиомет- рический	структурный	структурные ячейки полигональные / полиздрические	
Al ₂ O ₃	(Al ₂ O ₅) ⁴⁻	a = 14,5 HM	a, a*= 16,5 HM
2 3	(Al ₈ O ₁₂) ⁰	$N = 7, S_0 = 136,7$	$N = 20, V_0 = 219,5$
FeO	(Fe ₄ O ₄) ⁰	b = 17,3 HM,	с = 24 нм
	(Fe ₈ O ₈) ⁰	$N = 8, S_0 = 149,7$	$N = 16, V_0 = 1795,8$
		a = 14.5 HM, b = 17.	-
2FeOAl ₂ O ₃	(Fe ₂ Al ₂ O ₅) ⁰ 2FeOAl ₂ O ₃	<i>?</i> − <u>6</u> −Q	
	(Fe ₄ Al ₄ O ₁₀) ⁰ 4FeO2Al ₂ O ₃	$N = 9.0, S_0 = 108.6$	$N = 18, V_0 = 1616,6$
4FeOAl ₂ O ₃	(Fe ₄ Al ₂ O ₇) ⁰ 4FeOAl ₂ O ₃		b b b
	(Fe ₈ Al ₄ O ₁₄) ⁰ 8FeO2Al ₂ O ₃	$N = 13, S_0 = 163,0$	$N = 26, V_0 = 2238,4$
3FeOAl ₂ O ₃	(Fe ₆ Al ₄ O ₁₂) ⁰ 6FeO2Al ₂ O ₃		b b b b b b b b b b b b b b b b b b b
	(Fe ₁₂ Al ₈ O ₂₄) ⁰ 12FeO4Al ₂ O ₃	$\begin{array}{cccccccccccccccccccccccccccccccccccc$	$N = 44, V_0 = 3968, 0$
FeOAl ₂ O ₃	(Fe ₂ Al ₄ O ₈) ⁰ 2FeO2Al ₂ O ₃	22a 22a b	2a a a a a
	(Fe ₄ Al ₈ O ₁₆) ⁰ 4FeO4Al ₂ O ₃	$N = 16, S_0 = 167,8$	$N = 28, V_0 = 2078,5$

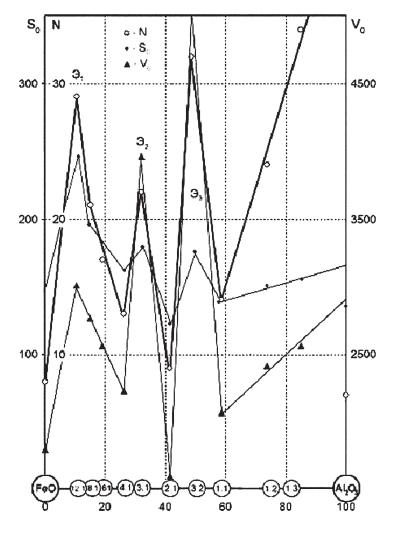


Рис. 2. Зависимость геометрических параметров СИМ-комплексов от стехиометрического состава алюминатов железа

Параметры ячеек (N, S_0, V_0) имеют экстремальные значения: для первичной промежуточной фазы $(\Pi\Pi\Phi)$ — min на кривых и max на кривых для эвтектических фаз $(\Im_1 - \Im_2 - \Im_3)$. Подобная зависимость установлена и для силикатов железа [1], что свидетельствует о наличии общих закономерностей структуризации оксидных фаз: $\Pi\Pi\Phi$ имеет упорядоченную структуру с максимальной плотностью упаковки при минимальном числе составляющих частиц, тогда как эвтектические, наоборот, относятся к разупорядоченным структурам с рыхлой упаковкой в дву- и трехмерном пространстве. Это позволяет определить правило тестирования наличия эвтектических точек на диаграмме состояний.

В частности, высокотемпературная эвтектика 1750 °C стехиометрического состава 2FeO3Al $_2$ O $_3$ не отвечает этому правилу и на ПДС FeO-Al $_2$ O $_3$ она отсутствует, уступив место сингулярной фазе FeO2Al $_2$ O $_3$. Кроме того, экстраполяция кривых до пересечения с ординатой «Al $_2$ O $_3$ » позволяет оценить предельные геометрические параметры микроструктуры глинозема: N=60-70; S_0 =300-350; V_0 =3000-3500.

Таким образом, построенная Π ДС-методом полигональная диаграмма FeO-Al $_2$ O $_3$ является базовой для анализа физико-химического и наноструктурного состояния промежуточных фаз — алюминатов железа, неметаллических включений при раскислении алюминием жидкого железа.

Получение и обработка расплавов



- 1. Белов Б. Ф., Троцан А. И., Бродецкий И. Л. Структуризация оксидных фаз в процессах раскисления железоуглеродистых расплавов кремнием и алюминием. Сообщение 2 // Процессы литья. 2008. № 4. С. 56-62.
- 2. *Троцан А. И., Харлашин П. С., Белов Б.* Ф. О природе химической связи элементов в металлургических фазах // Изв. вузов. Чер. металлургия. 2002. № 4. С. 60-63.

ВНИМАНИЕ!

Предлагаем разместить в нашем журнале рекламу Вашей продукции или рекламный материал о Вашем предприятии. Редакция также может подготовить заказной номер журнала.

Стоимость заказного номера - 4000 грн.

Расценки на размещение рекламы (цены приведены в гривнях)

Размещение	Рекламная площадь	Стоимость, грн.		
Рекламные блоки в текстовой части журнала				
Цветные	1/2 страницы 1/3 страницы 1/4 страницы	900 600 300		
Черно-белые	1/2 страницы 1/3 страницы 1/4 страницы	550 380 200		
Цветная реклама на обложке				
Третья страница обложки	1 страница 1/2 страницы 1/4 страницы	2800 1400 700		
Четвертая страница обложки	1 страница 1/2 страницы 1/3 страницы	3100 1550 1000		

При повторном размещении рекламы - скидка 15 %

Наш адрес: **Украина, 03680, г. Киев-142, пр. Вернадского, 34/1** Физико-технологический институт металлов и сплавов НАН Украины

Справки

телефон: (044) 424-12-50

факс: (044) 424-35-15; E-mall: proclit@ptima.kiev.ua