Я.С.Тищенко

(Інститут проблем матеріалознавства ім. І. М. Францевича НАН України, м. Київ, Україна)

# Проекція поверхні піквідусу діаграми стану системи Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>—HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>

# Вступ

Вивчення взаємодії у системі  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> є продовженням систематичних досліджень діаграм стану потрійних систем за участю оксидів алюмінію, гафнію та лантаноїдів. Оксид ербію, як і інші оксиди ітрієвої підгрупи лантаноїдів, є ефективним стабілізатором HfO<sub>2</sub>. Система  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> цікава з точки зору одержання в ній високотемпературних конструкційних та функціональних матеріалів.

Подвійні обмежуючі системи вивчені досить детально і побудовано їх діаграми стану [1—12] (рис. 1).



ISSN 2225-7748 Збірник наукових праць ПАТ «УКРНДІ ВОГНЕТРИВІВ ІМ. А. С. БЕРЕЖНОГО», 2012, № 112125

Ліквідус діаграми стану системи  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub> — евтектичного типу з координатами евтектики 33 %<sup>1</sup> HfO<sub>2</sub>, 1890 °C [1]. Нові фази у системі не утворюються. На ліквідусі знаходиться також метатектична точка з координатами 18 %  $Al_2O_3$ , 2470 °C, що відтворює нонваріантний процес фазового перетворення F $\Rightarrow$ T+L твердих розчинів на основі HfO<sub>2</sub> з кубічною структурою типу флюориту (F) у тверді розчини з тетрагональною структурою (T). Фазове перетворення твердих розчинів T у тверді розчини з моноклінною структурою (M) відбувається у твердому стані при 1790 °C за евтектоїдним механізмом T $\Rightarrow$ M+Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (AL). Розчинність на основі фази Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> практично відсутня. На основі фази HfO<sub>2</sub> утворюється вузька область твердих розчинів, яка за температури евтектики сягає 5 %, метатектики — 2 %.

У системі Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> виявлено три сполуки: з структурою типу гранату  $\text{Er}_{3}\text{Al}_{5}\text{O}_{12}$  ( $\text{Er}_{3}\text{A}_{5}$ ), що плавиться конгруентно за 1960 °C, з перовскитною ромбічною структурою ErAlO<sub>3</sub> (ErA), що плавиться конгруентно за 1963 °C, та з моноклінною структурою  $Er_4Al_2O_9$  ( $Er_2A$ ), що плавиться конгруентно за 1990 °C [2—6]. Помітної розчинності на основі компонентів і подвійних сполук не виявлено. Фазові перетворення  $X \leftrightarrows H \leftrightarrows A \leftrightarrows B \leftrightarrows C$ , характерні для оксидів рідкісних земель, у Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> реалізуються, фактично, при перетворенні Н ≒ С у вузькому інтервалі близько 2320 °С [7], тоді як перехід Х 🛱 Н відбувається близько до температури плавлення. Тому приймаємо існування фазового переходу гексагональної  $H-Er_2O_3$  (H) у кубічну  $C-Er_2O_3$  (C) структуру, який проявляється на ліквідусі у вигляді метатектичної точки з координатами 2320 °C, 96 % Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. У системі виявлено чотири евтектики: AL+Er<sub>3</sub>A<sub>5</sub> з координатами 1810 °С, 19 % Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, Er<sub>3</sub>A<sub>5</sub> + ErA з координатами 1930 °C, 42,5 % Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, ErA + Er<sub>2</sub>A з координатами 1920 °С, 57 % Ег<sub>2</sub>О<sub>3</sub> та Ег<sub>2</sub>А + С з координатами 1880 °С, 74 % Ег<sub>2</sub>О<sub>3</sub>.

Система HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> [8—12] евтектичного типу з координатами евтектики L  $\leftrightarrows$  C+H 2370 °C, 85,5 % Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. На ліквідусі знайдено перитектичну точку L+F  $\leftrightarrows$  C з координатами 2410 °C, 80 % Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. На основі HfO<sub>2</sub> утворюються широкі області F, T та M твердих розчинів, а на основі Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> — широка область твердих розчинів з кубічною структурою C-Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. У системі в області твердих розчинів F нижче 1510 °C утворюється сполука-надструктура Er<sub>4</sub>Hf<sub>3</sub>O<sub>12</sub> (δ-фаза [11]) (Er<sub>2</sub>H<sub>3</sub>) з ромбоедричною структурою, що не має області гомогенності (просторова група R3) [10]. Фазові перетворення HfO<sub>2</sub> (F  $\leftrightarrows$  T  $\leftrightarrows$  M) та Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (H  $\leftrightarrows$  C) відбуваються у твердому стані і на лініях ліквідусу не проявляються.

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> Тут і далі концентрацію наведено у % (мол.).

<sup>126</sup> ISSN 2225-7748 Збірник наукових праць ПАТ «УКРНДІ ВОГНЕТРИВІВ ІМ. А. С. БЕРЕЖНОГО», 2012, № 112

Відомості про характер взаємодії у системі  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>—  $Er_2O_3$  в літературі відсутні.

Аналіз взаємодії в обмежуючих подвійних системах  $Al_2O_3$ —  $Y_2O_3$  [13; 14] та  $Al_2O_3$ — $Er_2O_3$  [15] свідчить про їх велику поді бність, що зумовлена близькими розмірами іонних радіусів Er (0,881) та Y (0,892) [16]. Це дозволило зробити припущення, що взаємодія у досліджуваній системі  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$  бу де подібною до взаємодії у системі  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Y_2O_3$  і також визначатиметься будовою обмежуючих систем за відсутності потрійних сполук та значних областей розчинності. Тому слід очікувати рівноваг сполук  $Er_3A_5$ , ErA та  $Er_2A$  системи  $Al_2O_3$ —  $Er_2O_3$  з твердими розчинами F та надструктурою  $Er_2H_3$  системи  $HfO_2$ — $Er_2O_3$ , а також вихідними оксидами  $Al_2O_3$ ,  $HfO_2$ ,  $Er_2O_3$ і фазами на їх основі.

Метою даної роботи є побудова проекції ліквідусу діаграми стану системи  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$  на площину концентраційного трикутника.

### Експериментальна частина

Зразки для досліджень готували з порошків  $Al_2O_3$  марки ЧДА (ТУ 6-09-426-75),  $HfO_2$  марки ГФО-2 з вмістом основної речовини 99,95 % Донецького заводу хімреактивів та  $Er_2O_3$  високої чистоти марки ЭРО-И ОСТ 48-204-81.

Зразки відпалювали у повітрі в печі ШП-1 з силітовими нагрівачами за 1250 °С протягом 6 год, потім плавили в установці для високотемпературного диференціального термічного аналізу [17] і відпалювали нижче температури солідусу, встановленої на плавлених зразках, протягом 1 год. Відпалені зразки досліджували методами високотемпературного диференціального термічного аналізу (ВДТА) до 2300 °С [17], рентгенофазового (ДРОН-1.5, Cu- $K_{\alpha}$  -випромінювання, Ni фільтр), кристалооптичного аналізу (МИН-8, високозаломлюючі імерсійні рідини та сплави сірки з селеном) та вивчення мікроструктури (JEOL SUPERPROBE 733). Точність вимірювання показників заломлення за допомогою імерсійних рідин становила ± 0,003, а сплавів — ± 0,02.

## Результати та їх обговорення

За результатами досліджень побудовано проекцію поверхні ліквідусу (рис. 2) діаграми стану системи  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$  на площину концентраційного трикутника. Координати

нонваріантних точок системи  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$ , які встановлювали шляхом аналізу мікроструктур сплавів, а також методом ВДТА, наведено у таблиці.



*Puc. 2.* Проекція поверхні ліквідусу діаграми стану системи Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>—HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> на площину концентраційного трикутника: О — склади експериментальних сплавів

TA	•	•	4.1	
Коорлинати нонва	рантних точок	лаграми стану	системи А 👦	O <sub>2</sub> —HtO <sub>2</sub> —Er <sub>2</sub> O <sub>2</sub>

Таблиця

Точки	Температура, °С	Склад, % (мол.)			Нонваріантні
рівноваги		$Al_2O_3$	$HfO_2$	$Er_2O_3$	рівноваги
e <sub>4</sub>	1950	29	8	63	$L \leftrightarrows Er_2A + F$
e <sub>8</sub>	1890	43	9	48	$L \leftrightarrows ErA+F$
$E_1$	1880	38	8	54	$L \leftrightarrows ErA+F+Er_2A$
$E_2$	1875	23	7	70	$L \leftrightarrows Er_2A+F+C$
e <sub>10</sub>	1855	52	12	36	$L \leftrightarrows Er_3A_5 + F$
$E_3$	1835	50	10	40	$L \leftrightarrows Er_3A_5 + F + ErA$
U	1780	69	22	9	$L+T \leftrightarrows F+AL$
${ m E}_4$	1745	71	12	17	$\mathbf{L}\leftrightarrows\mathbf{AL}{+}\mathbf{F}{+}\mathbf{Er}_{3}\mathbf{A}_{5}$

128 ISSN 2225-7748 Збірник наукових праць ПАТ «УКРНДІ ВОГНЕТРИВІВ ІМ. А. С. БЕРЕЖНОГО», 2012, № 112

На рис. 3 показано мікроструктури деяких сплавів системи  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>.



 $Puc.\ 3.$  Мікроструктури деяких сплавів системи  $\rm Al_2O_3-HfO_2-Er_2O_3:$  a— трифазна евтектика  $\rm AL+F+Er_3A_5$  (E\_4): сіра фаза —  $\rm Er_3A_5$ , чорна фаза — AL, світла фаза — F;  $\delta$ — трифазна евтектика  $\rm Er_3A_5+F+ErA$  (E\_3): сіра фаза — Er\_3A\_5, світла фаза — ErA, білі включення — фаза F; e— квазіподвійна евтектика  $\rm e_{10}$ : світлі включення — фаза F, темна матриця — фаза Er\_3A\_5; z— трифазна евтектика  $\rm eras F; e$ — трифазна евтектика  $\rm Er_2A_5$ , світла фаза — ErA, білі включення — фаза F; e— квазіподвійна евтектика  $\rm e_{10}$ : світлі включення — фаза F, темна матриця — фаза Er\_3A\_5; z— трифазна евтектика ErA+F+Er\_2A (E\_1): світло-сіра окремі первинні кристали фази Er\_2A у трифазній евтектиці (сіра фаза — ErA, світло-сіра фаза — Er\_2A, світлі волокна — фаза F); e— квазіподвійна евтектика  $\rm Er_2A+F$  (E\_8): сіра фаза — ErA, світла фаза — F; e— трифазна евтектика  $\rm Er_2A+F+C$  (E\_2): світлі дрібні включення — фаза F, світлі крупні включення — фаза C, темна матриця — фаза Er\_2A

З рис. 2 видно, що потрійні сполуки в системі  $Al_2O_3$ —  $HfO_2$ — $Er_2O_3$  не утворюються. Поверхня ліквідусу діаграми стану утворена вісьмома полями первинної кристалізації фаз на основі флюоритоподібної (F) та тетрагональної (T) кристалічних модифікацій  $HfO_2$ , H- та C-кристалічних модифікацій  $Er_2O_3$  (H — гексагональна високотемпературна, C — кубічна низькотемпературна структури оксидів P3M) та фаз  $Al_2O_3$  (AL),  $Er_3Al_5O_{12}$  ( $Er_3A_5$ ),  $ErAlO_3$  (ErA) та  $Er_4Al_2O_9$  ( $Er_2A$ ). Найбільшу частину поверхні ліквідусу займають поля первинної кристалізації фаз F та T на основі сполуки  $HfO_2$ , як найбільш тугоплавкої та термодинамічно стабільної в системі. Вони обмежені загальною огинаючою  $e_7UE_4e_{10}E_3e_8E_1e_4E_2p$  (рис. 2) і розділяються кривою  $e_1U$  трифазної моноваріантної рівноваги (F  $\leftrightarrows$  T+L) на два поля: T (огинаюча крива  $e_7Ue_1$ ) та F (огинаюча крива  $e_1UE_4e_{10}E_3e_8E_1e_4E_2p$ ).

Координати потрійної трансформаційної (перехідної) точки U (L+T ≒ AL+F) (таблиця) визначено напрямком пролягання та перетином ліній моноваріантних рівноваг е<sub>7</sub>U (L ≒ AL+T) та e<sub>1</sub>U (F ≒ T+L). За даними ВДТА температура у точці U становить 1780 °C. Координати потрійної евтектичної точки Е<sub>4</sub>, в якій проходить нонваріантна конгруентна реакція  $L \leftrightarrows AL + F + Er_3A_5$ , визначали аналізом мікроструктур сплавів та за даними ВДТА (1745 °C) (таблиця). Мікроструктуру трифазної евтектики Е<sub>4</sub> наведено на рис. 3, а її склад — у таблиці. Мікроструктуру трифазної евтектики  $E_3$  наведено на рис. 3,  $\delta$ , а її склад — у таблиці. Температура плавлення цієї евтектики за даними ВДТА становить 1835 °C. Координати точки квазіподвійної евтектики е<sub>10</sub> визначено аналізом мікроструктури відповідного сплаву та ВДТА (таблиця). Температура її плавлення становить 1855 °С, мікроструктуру евтектики показано на рис. 3, в. Ця точка є перевальною (сідловинною) і лежить на умовно квазібінарному перерізі Er<sub>3</sub>A<sub>5</sub>—F. Петрографічним дослідженням, а також методом ВДТА встановлено координати потрійної евтектичної точки E<sub>1</sub> (таблиці). Структуру цієї евтектики показано на рис. 3,  $\partial$ , температура її плавлення — 1880 °С. Координати квазіподвійної евтектичної точки е<sub>8</sub> (таблиця) визначено аналізом мікроструктури та ВДТА відповідного сплаву.

Мікроструктура трифазної евтектики  $E_2$  (рис. 3, *e*) являє собою темну матрицю фази  $Er_2A$ , в якій знаходяться дрібні кристали фази F та дещо крупніші кристали фази C. Координати квазіподвійної евтектичної точки  $e_4$  визначено петрографічно, а також методом ВДТА (таблиця).

130 ISSN 2225-7748 Збірник наукових праць ПАТ «УКРНДІ ВОГНЕТРИВІВ ІМ. А. С. БЕРЕЖНОГО», 2012, № 112

Як показано вище, поверхня ліквідусу діаграми стану системи  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>— $Er_2O_3$  утворена вісьмома полями первинної кристалізації фаз на основі F- та T-HfO<sub>2</sub>, H- та C- $Er_2O_3$ , а також фаз AL,  $Er_3A_5$ , ErA та  $Er_2A$ . Рівноважна кристалізація сплавів характеризується чотирма нонваріантними чотирифазними конгруентними процесами при 1880 ( $E_1$ ), 1875 ( $E_2$ ), 1835 ( $E_3$ ), 1745 ( $E_4$ ) та одним нонваріантним чотирифазними інконгруентними процесом при 1780 °C (U).

#### Висновки

Уперше побудовано проекцію поверхні ліквідусу діаграми стану системи  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$  на площину концентраційного трикутника.

Максимальна температура у вивченій системі становить 2820 °С і відповідає точці плавлення сполуки  $HfO_2$ . Мінімальна температура у системі становить 1745 °С і відповідає трифазній евтектиці  $AL+F+Er_3A_5$  (E<sub>4</sub>). Нових фаз, а також помітних областей твердих розчинів у системі  $Al_2O_3$ — $HfO_2$ — $Er_2O_3$  не виявлено. Оскільки кристалізація в системі завершується евтектичними реакціями, це дозволяє реалізувати в матеріалах потрійної системи унікальні властивості Т- та F-твердих розчинів на основі  $HfO_2$  у поєднанні із властивостями інших її фаз у вигляді композиційних матеріалів.

#### Бібліографічний список

1. Лопато Л. М. Система  $\rm HfO_2-Al_2O_3$  / Л. М. Лопато, А. В. Шевченко, Г. И. Герасимюк // Изв. АН СССР. Неорган. матер. — 1976. — Т. 12, № 9. — С. 1623—1626.

2. Bertaut F. Etude des combinaisons des oxydes des terres rares avec l'alumine et la galline / F. Bertaut F. Forrat // C. R. Acad. Sci., Paris. — 1956. — Vol. 243,  $N \ge 17. - P. 1219 - 1222.$ 

3. Schneider S. J. Solid state reactions involving oxides of trivalent cations / S. J. Schneider, R. S. Roth, J. L. Waring // J. Res. Nat. Bur. Stand. -1961. - Vol. 65A,  $\mathbb{N}$  4. - P. 345-374.

4. *Mizuno M*. Phase diagrams of the systems  $Al_2O_3$ — $Ho_2O_3$  and  $Al_2O_3$ — $Er_2O_3$  at high temperatures / M. Mizuno, T. Yamada, T. Nogushi // J. Ceram. Soc. Jap. – 1979. – Vol. 87, Ne 8. – P. 404–412.

5. Wu P. Coupled thermodynamic-phase diagram assessment of the rare earth oxide-aluminum oxide binary systems / P. Wu, A. D. Pelton // J. Alloys and Comp. — 1992. — N 179. — P. 259—287.

6. Yamane H. Phase transition of rare-earth aluminates (RE4Al2O9) and rare earth gallates / H. Yamane, K. Ogawara, M. Omori, T. Hirai // J. Amer. Ceram. Soc. -1995. -Vol. 78, N 9. - P. 2385-2390.

ISSN 2225-7748 Збірник наукових праць ПАТ «УКРНДІ ВОГНЕТРИВІВ ІМ. А. С. БЕРЕЖНОГО», 2012, № 112 131

7. Лопато Л. М. Полиморфные превращения окислов редкоземельных элементов при высоких температурах / Л. М. Лопато, А. В. Шевченко, А. Е. Кущевский, С. Г. Тресвятский // Изв. АН СССР. Неорган. материалы. — 1974. — Т. 10, № 8. — С. 1481—1487.

8. *Спиридонов* Ф. М. Система HfO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub> / Ф. М. Спиридонов, Л. Н. Комиссарова // Журн. неорган. химии. — 1970. — Т. 15, № 3. — С. 875—878.

9. Шевченко А. В. Взаимодействие  $HfO_2$  с  $Y_2O_3$ ,  $Ho_2O_3$ ,  $Er_2O_3$ ,  $Tm_2O_3$ ,  $Yb_2O_3$  и  $Lu_2O_3$  при высоких температурах / А. В. Шевченко, Л. М. Лопато, И. Е. Кирьякова // Изв. АН СССР. Неорган. материалы. — 1984. — Т. 20, № 12. — С. 1991—1996.

10. Лопато Л. М. Синтез некоторых цирконатов (гафнатов) РЗЕ / Л. М. Лопато, В. П. Редько, Г. И. Герасимюк, А. В. Шевченко // Порошковая металлургия. — 1990. — № 4. — С. 73—75.

11. Лопато Л. М. Синтез и свойства соединений  $M_4Zr_3O_{12}$  и  $M_4Hf_3O_{12}$  (М — Р.З.Э.) / Л. М. Лопато, В. П. Редько, Г. И. Герасимюк, А. В. Шевченко // Неорган. материалы. — 1991. — Т. 27, № 8. — С. 1718—1722.

12. Duran P. Phase relations and ordering in the system erbia — hafnia // P. Duran, C. Pascual, J-P. Coutures, S. R. Skaggs // J. Amer. Ceram. Soc. — 1983. — Vol. 66,  $N \ge 2.$  — P. 101—106.

13. *Лакиза С.Н*. Взаимодействие в системе Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>—ZrO<sub>2</sub>—Y<sub>2</sub>O<sub>3</sub> / С. Н. Лакиза, Л. М. Лопато, А. В. Шевченко // Порошковая металлургия. — 1994. — № 9—10. — С. 46—51.

Діаграма стану системи  $Al_2O_3$ —HfO<sub>2</sub>—Y<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. І ізотермічні перерізи при 1250 та 1650 °С / С. М. Лакиза, Я. С. Тищенко, В. П. Редько, Л. М. Лопато // Порошковая металлургия. — 2008. — № 3/4. — С. 131—141.

15. Лакиза С. М. Діаграма стану системи Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>—ZrO<sub>2</sub>—Er<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. І. Триангуляція та ізотермічні перерізи діаграми стану при 1250 та 1650 °С / С. М. Лакиза, В. П. Редько, Л. М. Лопато // Порошковая металлургия. — 2006. — № 11/12. — С. 55—64.

16. *Shannon R. D.* Effective ionic radii in oxides and fluorides / R. D. Shannon, C. T. Prewitt // Acta Cryst. — 1969. — B. 25, № 5. — P. 924 — 946.

17. Кочержинский Ю. А. Аппарат для ДТА с температурным датчиком до 2200 °С / Кочержинский Ю. А., Шишкин Е. А., Василенко В. И. // Диагр. сост. мет. систем. — М.: Наука, 1971. — С. 245—249.

Рецензент к. т. н. Криворучко П. П.