## ИССЛЕДОВАНИЕ ВЛИЯНИЯ ZrW<sub>2</sub>O<sub>8</sub> НА СТРУКТУРНО-ФАЗОВОЕ СОСТОЯНИЕ КЕРАМИЧЕСКИХ КОМПОЗИТОВ

<u>А.И.КОНДРАТЕНКО<sup>1</sup></u>, А.С. НАРУЦКАЯ<sup>1</sup>, А.В. МИРОНОВА<sup>1</sup>, Е.С. ДЕДОВА<sup>1,2</sup> <sup>1</sup> Томский политехнический университет <sup>2</sup>Институт физики прочности и материаловедения СО РАН E-mail: kondratenkoanthon@yandex.ru

Перспективность использования керамических материалов обусловлена высокими механическими характеристиками и способностью работать в агрессивных средах. Однако под действием температуры керамика склона к изменению линейных размеров, что приводит к уменьшению срока эксплуатации изделий. Уменьшение и контроль теплового расширения керамики возможно путем комбинирования керамики с материалами, имеющими меньшее значение коэффициента термического расширения. Использование вольфрамата циркония в качестве компенсатора теплового расширения является перспективным, так как  $ZrW_2O_8$  имеет отрицательное значение KTP ( $\alpha = -8.6 \cdot 10^{-6}$  °C<sup>-1</sup>) [1].

Существует проблема сохранения  $ZrW_2O_8$  в составе композиций. Вольфрамат циркония является стабильным от -273 до 770 °С, однако под действием температуры и давления претерпевает фазовые превращения. Известны работы, в которых вольфрамат циркония сохраняет свою структуру, а также где он распадается на составляющие оксиды с последующим синтезом до  $ZrW_2O_8$ .

Композиционный материал  $Al_2O_3$ – $ZrW_2O_8$  был получен при использовании следующих компонентов: нанокристаллический порошок оксида алюминия, наноразмерный прекурсор вольфрамата циркония  $ZrW_2O_7(OH)_2 \cdot 2H_2O$ , полученный, гидротермальным методом [2]. Доля вольфрамата циркония в композиционном материале составляла 20, 30, 40, 50 мас. %.

Исходные компоненты перемешивали в планетарной мельнице АГО-2 в течение 1 минуты. Для получения керамических композитов смеси порошков подвергались горячему прессованию при температурах 1000, 1150, 1200°С, время выдержки варьировалось от 10 до 30 минут при давлении 35 МПа в защитной атмосфере аргона. Морфологические исследования материалов проводилось на растровом электронном микроскопе (РЭМ) SEM Philips-515, просвечивающем электронном микроскопе (ПЭМ) JEM-2100. Рентгеноструктурные исследования проводились на дифрактометрах типа ДРОН с СиКа излучением.

Исходный порошок оксида алюминия был представлен плотными частицами нерегулярной формы, средний размер равен 3,5 мкм. Морфология порошка  $ZrW_2O_7(OH)_2 \cdot 2H_2O$  представлена единичными (<d> = 0,7 мкм) и сросшимися (<d> = 13 мкм) частицами.

На рисунке 1 (а) приведены рентгенограммы керамических композитов  $Al_2O_3 - 30$  мас %  $ZrW_2O_7(OH)_{2*}2H_2O$ , полученных при различной температуре с изотермической выдержкой 10 минут. Фазовый состав керамик был представлен преимущественно корундом,  $ZrO_2$  и разными модификациями оксида вольфрама. Кроме этого, на дифрактограмме композиционного материала, спеченного при 1100 °C, присутствуют максимумы, соответствующие  $Al_2(WO_4)_3$ . Увеличение температуры спекания выше 1150 °C приводит к исчезновению рефлексов, принадлежащих алюмовольфрамовым соединениям.

На рисунке 1 (б) представлены рентгенограммы композитов, спеченных при 1150 оС с различной выдержкой. Увеличение продолжительности изотермической выдержки с 10 до 30 минут способствовало изменению фазового состава композитов. Как видно из рисунка 1 (б) наряду с Фазовый состав композита, полученного с изотермической выдержкой 30 минут, был представлен α – Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, ZrO<sub>2</sub>, WO<sub>3</sub> и AlWO<sub>4</sub>.

Варьирование массовой доли ZrW<sub>2</sub>O<sub>7</sub>(OH)<sub>2</sub>\*2H<sub>2</sub>O в исходной порошковой шихте не привело к качественному изменению фазового состава.



Рисунок 1 - Рентгенограммы композитов Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>- 30 мас % ZrW<sub>2</sub>O<sub>7</sub>(OH)<sub>2</sub>·2H<sub>2</sub>O, полученных а) при (1) 1100, (2) 1150 и (3) 1200 °С с изотермической выдержкой 10 минут; б) полученных при температуре 1150 °С с изотермической выдержкой (1) 10 и (2) 30 минут

Известно, что соединение Al<sub>2</sub>(WO<sub>4</sub>)<sub>3</sub> синтезируется путем твердофазной реакцией между Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> и WO<sub>3</sub> и обладает отрицательным значение КТР ( $\alpha = -1.5 \cdot 10^{-6} \text{ C}^{-1}$ ) в интервале температур 25 – 850 °C. Al<sub>2</sub>(WO<sub>4</sub>)<sub>3</sub> под действием давления и температуры разлагается на AlWO<sub>4</sub> и WO<sub>3-x</sub> с частичной потерей кислорода. Согласно диаграмме состояния Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> и WO<sub>3</sub>, температуры плавления алюмовольфраматов в зависимости от стехиометрического соотношения составляют 1225 ±25 °C. Композиты на основе оксида алюминия, полученные при 1200 °C, не имели в составе алюмовольфраматов, что, вероятно, обусловлено их плавлением.

В ходе выполнения работы методом горячего прессования были получены композиты Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> – ZrW<sub>2</sub>O<sub>7</sub>(OH)<sub>2</sub>·2H<sub>2</sub>O. Установлен фазовый состав композитов, который преимущественно был представлен: α-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, моноклинным ZrO<sub>2</sub>, разными модификациями оксидов вольфрама, также присутствовали алюмовольфраматы Al<sub>x</sub>(WO<sub>y</sub>)<sub>z</sub>.

Определено влияние ZrW<sub>2</sub>O<sub>8</sub> на структурно-фазовое состояние керамических композитов на основе Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>. Показано, что введение вольфрамата циркония приводит к изменению фазового состава композиции.

Определено влияние технологических параметров горячего прессования на фазовый состав керамических композитов. Увеличение температуры спекания привело к изменению фазового состава керамических композитов. В частности, в композитах, полученных при 1100 °С, присутствовали алюмовольфраматы Al<sub>2</sub>(WO<sub>4</sub>)<sub>3</sub> наряду с указанными выше фазами. При дальнейшем увеличении температуры спекания алюмовольраматы не формируются. Установлено, что продолжительность изотермической выдержки влияет на фазовый состав керамических композитов. В частности, в композитах, полученных при 1150 °С, увеличение выдержки с 10 до 30 минут способствует формированию AlWO<sub>4</sub>, наряду с оксидом алюминия, оксидом циркония и оксидами вольфрама.

## Список литературы

- Evans J. S. O.; Mary T.A.; Sleighr A.W. Negative thermal expansion materials // Physica B: Condensed Matter. - 1997, 241 – 243, 311 – 316.
- Gubanov, A.I.; Dedova, E.S.; Plyusnin, P. E.; Filatov, E.Y.; Kardash, T.Y.; Korenev, S.V.; Kulkov, S.N. Some peculiarities of zirconium tungstate synthesis by thermal decomposition of hydrothermal precursors // Thermochimica Acta. - 2014, - V. 597. – p. 19 –26.