дисилицида молибдена со специальными добавками, позволяющими по простой шликернообжиговой технологии снизить энергетические затраты и сохранить высокую температуру службы. Заявленная шихта обеспечивается энергетической эффективностью получения жаростойких стеклокерамических материалов и покрытий, которая достигается тем, что не требуется специальная варка стекла, кроме того, материал покрытия наносят до его определенной толщины, а затем производят однократный обжиг. В результате получают градиентное по составу покрытие: наличие неокисленного подслоя обеспечивает возможность залечивания поверхности в случае образования трещин при термоциклировании. Заявленный состав шихты способен формировать в воздушной среде в широком интервале температур (от 500 до 1600°С) на поверхности некоторых углеродных материалов, например, графита, ровные и прочные покрытия. По результатам экспериментов установлено, что плотные со стекловидным блеском и прочно сцепленные с субстратом слои термически стабильного материала формируются при содержании тонкодисперсного порошка бора более 12 до 20 мас. % и тонкодисперсного порошка оксида алюминия - 5-7 мас. %. Увеличение содержания оксида алюминия свыше 7 мас. % снижает жаростойкость, поскольку в процессе термообработки исходных компонентов в воздушной среде формируются новые оксидные фазы в виде муллита, бората алюминия и кристобалита, которые снижают жаростойкость материала [3]. Получаемые из заявленной шихты материалы формируются при относительно низких температурах по сравнению с температурой эксплуатации благодаря формированию легкоплавкой фазы за счет окисления аморфного бора. Кроме того, в случае образования дефектов наблюдается способность залечивать их благодаря окислению нижележащих неокисленных исходных компонентов.

1. Баньковская И.Б., Коловертнов Д.В. «Высокотемпературные защитные стеклокерамические покрытия для неметаллических материалов». СПб.: Изд. BBM, 2022. 118 с.

2. Kolovertnov D.V., Ban'kovskaya I.B., Sazonova M.V. Effect of temperature – time parameters on the structure and properties of glass-ceramic composites based on molybdenum disilicide // Glass Phys. Chem. 2022. Vol. 48, № 6. P. 642-645.

3. Патент № 2818057 Российская Федерация, Шихта для получения композиционного материала на основе дисилицида молибдена / Баньковская И.Б., Коловертнов Д.В., Заявл. 11.07.2023, Опубл. 23.04.2024 Бюл. № 12.

СИНТЕЗ СУБМИКРОННЫХ ПОРОШКОВ ОКСИДА ЦЕРИЯ, АКТИВИРОВАННОГО ЕВРОПИЕМ, ТЕРМОХИМИЧЕСКИМ МЕТОДОМ

<u>Бойко А.А.</u>¹, Подденежный Е.Н.¹, Дробышевская Н.Е.¹, Здравков А.В.², Химич Н.Н.³

1ГГТУ им. П.О. Сухого, Гомель, Беларусь

²НИЦ «Курчатовский институт» – Институт химии силикатов им. И.В. Гребенщикова, Санкт-Петербург, Россия

³Военно – медицинская академия имени С.М. Кирова, Санкт-Петербург, Россия

boiko@gstu.by

Интерес к оксиду церия (CeO₂) связан с возможностью использования его в составе высокоэффективных фотокатализаторов и систем дожигания газовых выбросов [1], а также в оптоэлектронных приборах в качестве люминофора, излучающего в оранжево-красной области спектра [2]. Ультрадисперсные порошки оксида церия, активированные оптически-активными ионами, могут быть получены с использованием прямого высокотемпературного спекания, в зольгель-процессах, гидротермальным методом и путем соосаждения гидроокисей с последующим прокаливанием осадков [3]. Целью данной работы является изучение новых методов синтеза наноструктурированных порошков CeO₂:Eu³⁺ путем термохимических реакций (горения) с использованием в качестве горючего смеси карбамида и гексаметилентетрамина и изучение влияние условий проведения реакций на структурные, физико-химические и спектрально-люминесцентные характеристики.

Для изучения физико-химических, структурных и люминесцентных свойств синтезированных материалов были использованы методы рентгенофазового анализа (РФА) (дифрактометр ДРОН-7), сканирующей электронной микроскопии (СЭМ) (микроскоп TESCAN, Чехия). Спектры люминесценции регистрировались с помощью спектрофлуориметра СДЛ-2 при комнатной температуре.

Для получения люминесцентных ультрадисперсных порошков оксида церия, активированного ионами европия, проводили процесс термохимических реакций (горения) гелеобразной смеси солей

Се(NO₃)₃ и Eu(NO₃)₃ и карбамида – CO(NH₂)₂, взятых в молярном соотношении безводная соль : карбамид, равном 1 : 2, с добавлением гексаметилентетрамина (ГМТА) в качестве инициатора реакции окисления-восстановления.

Ингредиенты для синтеза CeO₂:Eu³⁺ в виде азотнокислых солей церия и европия растворяли в дистиллированной воде, добавляли в смесь ГМТА и карбамид. Затем раствор в термостойкой выпарительной чаше ставили в термошкаф с температурой 80 – 100 °С и при помешивании концентрировали смесь до состояния вязкого геля (1,5 – 2 ч). Затем закрывали чашу алюминиевой фольгой, проделывали отверстия для выхода газов, помещали эту чашу в муфельную печь, нагретую до температуры 350 °C. В печи, под воздействием быстрого нагрева происходила бурная химическая реакция окисления-восстановления, инициируемая гексаметилентетрамином. Продукт выдерживали в печи при температуре 650 °C в течение 1 ч. За время выдержки удалялись остаточные молекулы воды, выгорали остатки органических реагентов. После остывания печи извлекали выпарительную чашу, в которой сформировался пенообразный пористый продукт (рис. 1a). Концентрация ионов Eu³⁺ в структуре оксида церия составляла 6,0 ат.%, что является оптимальным для получения эффективной оранжево-красной люминесценции. Термохимический процесс формирования оксида церия осуществляется в несколько этапов: раствор – золь-гель – кристаллическая фаза. На стадии упаривания смеси образуются комплексные соединения нитратов церия и европия с карбамидом состава [Ce(H₂O)₂(Ur)₂(NO₃)₃] и [Eu(H₂O)(Ur)₄(NO₃)₂]NO₃, в виде гелеобразного прекурсора, который разлагается с образованием соответствующих кристаллических оксидов. Ионы европия замещают в узлах решетки часть ионов церия, способствуя формированию люминесцирующего порошка.

Применение в качестве восстановителя смеси карбамида и ГМТА в процессе формирования легированного оксида иттрия методом горения приводит к образованию агломерированных рыхлых порошков с большим количеством пустот и размерами агломератов, лежащими в пределах 10 – 200 мкм. Такие агломерированные порошки легко диспергируются в агатовой ступке или шаровой мельнице до размеров частиц 0,2 – 0,5 мкм (рис. 16).





Рисунок 1. СЭМ-изображение порошка CeO2:Eu³⁺, полученного горением в карбамиде и ГМТА после синтеза и прокаливания при 650 °C (а) и размолотого в агатовой ступке (б)

Спектры люминесценции образцов, прокаленных при различных температурах, приведены на рис. 2. При возбуждении ультрафиолетовым светом порошки CeO₂:Eu³⁺ демонстрировали оранжево-красное излучение, обусловленное 4f-4f переходами ионов Eu³⁺. В спектрах возбуждения CeO₂:Eu³⁺ преобладала широкая полоса при 300-390 нм, что свидетельствует об эффективной передаче энергии от состояния $O^{2-} \rightarrow Ce^{4+}$ с переносом заряда к легирующему Eu³⁺. Порошки, прокаленные при 1100 °C, продемонстрировали самую высокую интенсивность люминесценции, которая резко снизилась с увеличением температуры. Причиной этого может быть увеличение количества кислородных вакансий при повышении температуры прокаливания.



Рисунок 2. Спектры люминесценции порошков CeO₂:Eu³⁺, полученных горением в карбамиде и ГМТА в зависимости от температуры прокаливания: 1 – 650; 2 – 900; 3 – 1100; 4 - 1200 °C; λ_{возб.} = 300 нм

1. Ankita A., Chahal S., Singh S., et al. Europium-doped cerium oxide nanoparticles: investigating oxygen vacancies and their role in enhanced photocatalytic and magnetic properties // Environmental Science and Pollution Research (IF 5.8). 2023-12-01. doi:10.1007/s11356-023-30686-3.

2. Chandrakar D., Kaur J., Dubey V., et al. CeO_2 phosphor // Luminescence. 2015. V. 30(8). P. 1201-1206. doi: 10.1002/bio.2881.

3. Vimal G., Mani K.P., Biju Cyriac Joseph P. R. et al. Structural studies and luminescence properties of $CeO_2:Eu^{3+}$ nanophosphors synthesized by oxalate precursor method // Applied Nanoscience. 2014. V. 5(7). P. 837–846. doi:10.1007/s13204-014-0375-5.

ИЗВЛЕЧЕНИЕ АНИОНОВ ПОРОШКАМИ ОКСИДОВ АЛЮМИНИЯ И ЦИРКОНИЯ

<u>Вахрушев Н.Е.</u>^{1,2}, Ильичева А.А.¹, Михаленко И.И.², Коновалов А.А.¹, Подзорова Л.И.¹ ¹Институт металлургии и материаловедения им. А.А. Байкова РАН, Москва, Россия ²Российский университет дружбы народов, Москва, Россия <u>vakhrushevn@yandex.ru</u>, <u>mikhalenko_ii@pfur.ru</u>

В глобальном масштабе с ростом промышленного и сельскохозяйственного секторов возрастает загрязнённость водных ресурсов. С точки зрения простоты эксплуатации, низких затрат на обработку и высокой эффективности адсорбция является перспективным методом очистки воды. В связи с чем сохраняется и повышается актуальность разработок действенных сорбентов, имеющих ряд преимуществ перед природными материалами [1].

Цель работы – протестировать в качестве сорбентов метилоранжа порошки оксидов алюминия(A) и циркония (Z) и бинарных оксидных составов (AZ).

Исследования проведено на порошках составов A, Z, A-35Z и A-65Z, полученных после термообработки при температурах 180, 500 и 800 °C прекурсоров, синтезированных гидролизным золь-гель методом при комнатной температуре [2].

В работе приведены результаты исследования образцов методами низкотемпературной адсорбции азота, дифференциальной сканирующей калориметрии, дифрактометрии, электронной микроскопии, ИК-спектроскопии. На основании данных спектрофотометрии определена сорбция тест-красителя метилового оранжевого [2].

	A		65%A-Z		35%A-Z		Z	
	$\mathbf{S}_{\mathbf{y}\mathbf{z}}$	Г	\mathbf{S}_{yd}	Г	\mathbf{S}_{yz}	Г	\mathbf{S}_{yz}	Г
180 °C	21	4,2	33	4,9	172	5,4	298	5,8
500 °C	186	3,1	181	5,5	147	7,2	79	7,0
800 °C	126	0,3	108	5,7	52	3,1	17	0,5

Таблица 1. Результаты определения удельной поверхности образцов и адсорбции метилоранжа

Т°С — Температура, °С; Ѕуд - Удельная поверхность, м²/г; Г - Адсорбция в течение 24 часов, мкмоль/г

Отмечено, что образцы А и А-35Z, полученные при 180 °C, имеют низкую удельную поверхность вследствие слоистой структуры со щелевыми порами, заполненными водой. После