02

Особенности локальной структуры и транспортные свойства кристаллов $ZrO_2 - Sc_2O_3 - Y_2O_3$ и $ZrO_2 - Sc_2O_3 - Yb_2O_3$

© М.А. Борик¹, Т.В. Волкова², И.Е. Курицина³, Н.А. Ларина², Е.Е. Ломонова¹, В.А. Мызина¹, П.А. Рябочкина^{2,¶}, Н.Ю. Табачкова⁴

¹ Институт общей физики им. А.М. Прохорова РАН,

119991 Москва, Россия

² Мордовский государственный университет им. Н.П. Огарева,

430005 Саранск, Россия

³ Институт физики твердого тела РАН,

142432 Черноголовка, Россия

⁴ Национальный исследовательский технологический университет "МИСиС",

119049 Москва, Россия

[¶] e-mail: ryabochkina@freemail.mrsu.ru

Поступила в Редакцию 23.08.2018 г.

Методами оптической спектроскопии с использованием ионов Eu³⁺ в качестве спектроскопического зонда выявлены особенности локальной структуры кристаллов ZrO₂-Sc₂O₃-Y₂O₃ и ZrO₂-Sc₂O₃-Yb₂O₃. Показано, что локальная структура этих кристаллов значительным образом влияет на их транспортные свойства.

DOI: 10.21883/OS.2019.02.47197.247-18

Введение

Твердые растворы на основе диоксида циркония используются в твердооксидных топливных элементах в качестве электролитических мембран. Наличие кислородных вакансий, образующихся при стабилизации высокотемпературных тетрагональной и кубической фаз диоксида циркония, обеспечивает ионную проводимость этих твердых растворов [1,2]. Для эффективной работы твердооксидных топливных элементов (ТОТЭ) материалы электролитических мембран должны обладать высокой кислород-ионной проводимостью, термодинамической и химической стабильностью при рабочих температурах, надежными механическими свойствами. Наиболее полно соответствует предъявляемым требованиям для использования в качестве электролитических мембран ТОТЭ стабилизированный оксидом иттрия диоксид циркония (YSZ). Ионная проводимость материалов на основе диоксида циркония зависит от многих факторов. Основными из них являются особенности фазового состава и локальной кристаллической структуры материалов, которые определяются видом и концентрацией стабилизирующих оксидов.

О влиянии фазового состава на ионную проводимость кристаллов на основе диоксида циркония отмечается в работах [3,4].

Авторами работ [5–8] показано, что на ионную проводимость наряду с особенностями фазового состава материала влияет также локальная кристаллическая структура. Авторы работ [5,6] на основе результатов моделирования выявили, что увеличение относительной доли вакансий, расположенных в первой координационной сфере по отношению к катиону стабилизирующего оксида, приводит к снижению ионной проводимости. На основании результатов исследования локальной структуры концентрационного ряда кристаллов (1 - x - y) mol.% ZrO_{2-x} mol.% Y_2O_{3-y} mol.% Eu_2O_3 (x = 2.7-38, y = 0.1) методами оптической спектроскопии и измерений их ионной проводимости нами экспериментально показано, что увеличение относительной доли ионов Y^{3+} , имеющих вакансию в первой координационной сфере, приводит к уменьшению ионной проводимости данных кристаллов [8].

Перспективными материалами для использования в качестве твердых электролитов наряду с твердыми растворами на основе диоксида циркония, стабилизированными оксидами иттрия или гадолиния, являются кристаллы диоксида циркония, стабилизированные оксидом скандия. Так, в работе [5] было показано, что ионная проводимость кристаллов ZrO2-Sc2O3 существенно выше ионной проводимости кристаллов ZrO₂-Y₂O₃. Однако для практического применения твердых электролитов на основе диоксида циркония необходимо, чтобы наряду с высокими значениями ионной проводимости они не испытывали деградацию в процессе эксплуатации. Для повышения стабильности характеристик и сохранения высокой проводимости твердых электролитов используют солегирование ZrO₂-Sc₂O₃ оксидами иттрия и другими различными оксидами. С этой точки зрения значительный интерес представляют системы ZrO₂-Sc₂O₃, солегированные оксидами иттрия или редкоземельного элемента. Однако вопросы, относящиеся к выявлению взаимосвязи локальной структуры и ионной проводимости для данных твердых растворов, в настоящее время изучены недостаточно.



Рис. 1. Спектры люминесценции кристаллов 0.1Eu-12YSZ, 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, обусловленные переходами ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$, ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ и ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$ ионов Eu³⁺ при возбуждении уровня ${}^{5}D_{1}$ ($\lambda_{\text{exc}} = 532 \text{ nm}$); T = 300 (*a*), 77 K (*b*).

В соответствии с этим целью настоящей работы являлось выявление взаимосвязи между локальной структурой кристаллов $ZrO_2-10 \text{ mol.}\%Sc_2O_3-1 \text{ mol.}\%Y_2O_3--0.1 \text{ mol.}\%Eu_2O_3$, $ZrO_2-10 \text{ mol.}\%Sc_2O_3-1 \text{ mol.}\%Y_2O_3--0.1 \text{ mol.}\%Eu_2O_3$ и их ионной проводимостью.

Характеристика объектов и методов исследования

Составы кристаллов, выбранных в качестве объектов исследования, и соответствующие им обозначения, используемые в дальнейшем, представлены в табл. 1.

Рост данных кристаллов осуществлялся на установке "Кристалл-407" методом направленной кристаллизации расплава с использованием прямого индукционного нагрева в холодном тигле диаметром 130 mm при скорости роста 10 mm/h. Рабочей атмосферой являлся воздух. В качестве исходных материалов использовали оксиды циркония, скандия, иттрия, иттербия, европия квалификации "ОСЧ".

Исследование фазового состава кристаллов осуществлялось методом рентгеновской дифракции с использованием дифрактометра Bruker-8.

Образцы для спектроскопических исследований представляли собой полированные пластинки кристаллов составов, указанных в табл. 1. Регистрация спектров люминесценции при T = 300, 77 К осуществлялась с помощью спектрометра FHR 1000 фирмы "Horiba". В качестве приемника излучения использовался ФЭУ Нататаtsu R928. Возбуждение люминесценции на уровень ${}^{5}D_{1}$ ионов Eu³⁺ осуществлялось излучением второй гармоники лазеров YVO₄:Nd ($\lambda_{exc} = 532$ nm), LiYF₄:Nd ($\lambda_{exc} = 527$ nm).

Исследование ионной проводимости кристаллов осуществлялось методом импедансной спектроскопии. Измерения проводились с использованием анализатора частотных характеристик Solartron SI1260 в частотном интервале 1 Hz - 5 MHz при температуре 1173 К.

Экспериментальные результаты и их обсуждение

Результаты исследования фазового состава и структуры методами рентгеновской дифрактометрии приведены в табл. 2. Однородные прозрачные кристаллы 10Sc1YSZ являются однофазными с кубической структурой. Опалесцирующие кристаллы 10Sc1YbSZ содержат две фазы и представляют собой смесь кубической и ромбоэдрической фаз.

В работе [9] нами были выполнены исследования локальной структуры концентрационного ряда кристаллов $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$. В ходе этих исследований показано, что локальное кристаллическое окружение ионов Eu^{3+} в твердых растворах $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$ ($C_{Y_2O_3} = 2.7-38 \text{ mol.}\%$), формируемое с участием кислородных вакансий, зависит от концентрации стабилизирующего оксида иттрия. Для концентрационного ряда данных твердых растворов были выявлены основные виды катионных позиций в зависимости от концентрации стабилизирующего оксида Y_2O_3 .

В твердых растворах с концентрациями Y_2O_3 2.7 mol.% и 3.6 mol.% ионы Eu^{3+} преимущественно занимают позиции в центре восьмивершинника с симметрией локального окружения, близкой к D_{2d} (центры типа IV), которые характеризуются отсутствием кислородных вакансий в ближайших координационных сферах, а также позиции, которые координированы восемью ионами кислорода в первой координационной сфере, но имеют кислородную вакансию во второй координационной сфере. Локальная симметрия таких

| N₂ | Состав исследованных кристаллов | Обозначение кристалла |
|--------|---|-----------------------------------|
| 1 2 | $\begin{array}{l} 88.9\ mol.\%\ ZrO_2-10\ mol.\%\ Sc_2O_3-1\ mol.\%\ Y_2O_3-0.1\ mol.\%\ Eu_2O_3\\ 88.9\ mol.\%\ ZrO_2-10\ mol.\%\ Sc_2O_3-1\ mol.\%\ Yb_2O_3-0.1\ mol.\%\ Eu_2O_3\\ \end{array}$ | 0.1Eu-10Sc1YSZ 0.1Eu-10Sc1YbSZ |

Таблица 1. Состав исследованных кристаллов и соответствующие им обозначения

Таблица 2. Фазовый состав и параметры решетки исследуемых кристаллов по данным рентгеновской дифрактометрии

| ပြည်းခုဒ်ရ | 211 | Фазовый | Пространственная | Параметры решетки | |
|-----------------|------------|---------|------------------|------------------------|-----------|
| Copused | | состав | группа | <i>a</i> , nm | c, nm |
| 0.1Eu-10Sc1YSZ | Прозрачный | С | Fm3m | 0.5096(5) | |
| 0.1Eu-10Sc1YbSZ | Мутный | C R | Fm3m R3m | 0.5096(5) 0.3560(5) | 0.9005(5) |

Примечание. С — кубическая модификация ZrO2; R — ромбоэдрическая модификация ZrO2 .

центров является низкой и соответствует C_1 (центры типа II).

С увеличением концентрации стабилизирующего оксида выше 8 mol.% Y_2O_3 возрастает относительная доля оптических центров ионов Eu^{3+} , имеющих кислородную вакансию в первой координационной сфере, и расположенных в окружении семи ионов кислорода (центры типа I). Локальная симметрия таких центров соответствует C_{3v} . Наличие искажений в центрах, ближайших к первой координационной сфере, приводит к понижению их локальной симметрии.

Для кристаллов ZrO₂ с концентраций оксида-стабилизатора 30, 38 mol.% характерны оптические центры ионов Eu³⁺ типа III, которые имеют две кислородные вакансии в диагональных позициях на грани кубической кристаллической решетки. Позиции ионов Eu³⁺ для центров типа III аналогичны позициям ионов Y³⁺ с точечной симметрией C_2 в структуре Y₂O₃ (дефекты Y₂O₃-типа). Также для данных кристаллов характерно наличие оптических центров с кислородной вакансией как в первой, так и в ближайших к ней координационных сферах.

Результаты исследования локальной структуры кристаллов $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$, полученные нами ранее в работе [9] и кратко описанные выше, мы использовали для анализа спектров люминесценции, полученных для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ и 0.1Eu-10Sc1YbSZ.

На рис. 1, *а*, *b* представлены спектры люминесценции кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, а также кристаллов $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$ с концентрацией стабилизирующего оксида Y_2O_3 , равной 12 mol.%, обусловленные переходами ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_0$, ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_1$ и ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_2$ ионов Eu^{3+} при возбуждении на уровень 5D_1 этих ионов ($\lambda_{exc} = 532$ nm) при T = 300 и 77 K, соответственно. Концентрация Eu₂O₃ в кристаллах $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$, так же как и в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, составляла 0.1 mol.%. Для единообразия в тексте статьи и со-

ответствующих подписях к рисункам для кристалла $ZrO_2-12 \text{ mol.}\% Y_2O_3-0.1 \text{ mol.}\% Eu_2O_3$ будет использоваться обозначение 0.1Eu-12YSZ.

Из рис. 1, *а*, *b* видно, что количество линий в спектре люминесценции, обусловленных переходом ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_1$, как для кристалла 0.1Eu-12YSZ, так и для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ и 0.1Eu-10Sc1YbSZ больше числа максимально возможного расщепления данного уровня на штарковские компоненты, равного 3. Данный факт свидетельствует о том, что соответствующие спектры представляют собой суперпозицию спектральных линий, принадлежащих различным оптическим центрам ионов Eu³⁺.

Согласно [9], линия с максимумом 585.5 nm в спектре люминесценции кристалла 0.1Eu-12YSZ, обусловленном переходом ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_1$ ионов Eu³⁺ и зарегистрированном при T = 300 K при возбуждении излучением с $\lambda_{\rm exc} = 532$ nm, относится к оптическому центру типа I. Этот тип центра представляет собой ион Eu³⁺, находящийся в центре кислородного семивершинника. Линии с максимумами 586.7 и 587.3 nm относятся к оптическим центрам типа II, у которых отсутствуют вакансии в первой координационной сфере иона Eu³⁺, но присутствуют во второй.

Анализ спектров люминесценции для перехода ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ ионов Eu³⁺ кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, зарегистрированных при возбуждении уровня ${}^{5}D_{1}$ ионов Eu³⁺ при T = 300 и 77 K, свидетельствует о том, что для них характерно наличие тех же спектральных линий, что и для аналогичных спектров кристаллов 0.1Eu-12YSZ. При этом отношение интенсивностей спектральных линий, принадлежащих различным оптическим центрам ионов Eu³⁺ в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, отличается по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ. Так, в спектре люминесценции, показанном на рис. 1, *а*, интенсивность линии, соответствующей оптическому центру I, для кристалла 0.1Eu-12YSZ выше интенсивности линий, со-

ответствующих оптическим центрам II. Наоборот, для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ интенсивности линий, соответствующие оптическим центрам II, выше интенсивности линии, соответствующей оптическим центрам типа I. Из спектров, приведенных на рис. 1, *b*, следует, что для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ значение отношения интенсивностей линий для центров I и II меньше по сравнению с аналогичным значением для кристаллов 0.1Eu-12YSZ.

Результаты сравнительного анализа спектров люминесценции, представленных на рис. 1, *a*, *b*, позволяют заключить, что в отличие от кристаллов 0.1Eu-12YSZ в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ относительная доля оптических центров ионов Eu^{3+} , расположенных в центре кислородных восьмивершинников и имеющих вакансию во второй координационной сфере, выше по сравнению с оптическими центрами Eu^{3+} , у которых в ближайшем окружении находятся семь ионов кислорода.

На рис. 2, *a*, *b* представлены спектры люминесценции для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, а также кристаллов $ZrO_2-Y_2O_3-Eu_2O_3$ с концентрацией стабилизирующих оксидов Y_2O_3 , равной 12 mol.%, обусловленные переходами ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_0$, ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_1$ и ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_2$ ионов Eu^{3+} при возбуждении на уровень 5D_1 ($\lambda_{exc} = 527$ nm) этих ионов при T = 300 и 77 K соответственно.

В люминесценции спектрах кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, зарегистрированных при возбуждении на уровень 5D_1 ионов Eu^{3+} с $\lambda_{\rm exc} = 527 \, {\rm nm}$ при $T = 77 \, {\rm K}$, отчетливо проявляется линия с максимумом 590.9 nm, соответствующая оптическим центрам, обозначенными нами как IV'. Эти оптические центры характерны для кристаллов на основе диоксида циркония при увеличении в них количества вакансий кислорода. Они являются аналогом центров типа IV, которые выявлены нами ранее в тетрагональных кристаллах на основе ZrO₂ с концентрацией стабилизирующего оксида менее 4 mol.% [9]. Для центров, обозначенных нами как IV', с координационным числом по кислороду 8 характерно отсутствие вакансии в ближайшей к иону Eu³⁺ координационной сфере и ее присутствие только в дальних координационных сферах. Такие центры характеризуются достаточно высокой симметрией локального окружения.

Анализ спектров люминесценции, приведенных на рис. 2, *b* также выявляет, что для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ относительная доля ионов Eu^{3+} с координационным числом по кислороду 8 и имеющих вакансию во второй координационной сфере, выше доли оптических центров Eu^{3+} , расположенных в центре кислородного семивершинника.

Переход ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$ ионов Eu³⁺ удовлетворяет правилу отбора $\Delta J \leq 2$ и является сверхчувствительным [10–12]. На примере исследования интенсивно-



Рис. 2. Спектры люминесценции кристаллов 0.1Eu-12YSZ, 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, обусловленные переходами ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{0}$, ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ и ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$ ионов Eu³⁺ при возбуждении уровня ${}^{5}D_{1}$ ($\lambda_{\text{exc}} = 527$ nm); T = 300 (a), 77 K (b).

стей переходов редкоземельных ионов в кристаллах со структурой граната [13–15] нами было выявлено, что интенсивность сверхчувствительных переходов редкоземельных ионов зависит от симметрии окружения этих ионов, и она значительно выше, если локальная симметрия редкоземельного иона является низкой. Переход ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ ионов Eu³⁺ имеет магнитодипольную природу и является нечувствительным к изменению кристаллического окружения. В соответствии с этим анализ значений отношения интегральных интенсивностей спектральных линий для переходов ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$ и ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$ ионов Eu³⁺ в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, 0.1Eu-12YSZ может дать информацию о том, в каком из этих кристаллов относительная доля более высокосимметричных центров будет выше.

Таблица 3. Отношение интегральных интенсивностей спектральных линий для переходов ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2}$ и ${}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1}$, оцененное из спектров люминесценции с $\lambda_{\rm exc} = 532$ и 527 nm при T = 300 и 77 К

| Кристаци | $\lambda_{\rm exc} = 5$ | 532 nm | $\lambda_{\rm exc} = 527 \rm nm$ | |
|--|-------------------------|---------------------|-----------------------------------|---------------------|
| | $T = 300 \mathrm{K}$ | $T = 77 \mathrm{K}$ | $T = 300 \mathrm{K}$ | $T = 77 \mathrm{K}$ |
| 0.1Eu-10Sc1YSZ 0.1Eu-10Sc1YbSZ 0.1Eu-12YSZ | 0.9 0.9 1.3 | 1.0 1.0 1.1 | 1.0 0.9 1.2 | 0.8 0.7 1.0 |

Таблица 4. Значения ионной проводимости σ (в Om⁻¹cm⁻¹) кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, 0.1Eu-12YSZ при 1173 К

| Кристалл | Ионная проводимость |
|-----------------|---------------------|
| 0.1Eu-10Sc1YSZ | 0.168 |
| 0.1Eu-10Sc1YbSZ | 0.199 |
| 0.1Eu-12YSZ | 0.016 |

Из табл. 3 следует, что как при T = 300 K, так и при T = 77 K отношения интегральных интенсивностей для переходов ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_2$ и ${}^5D_0 \rightarrow {}^7F_1$ для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ и 0.1Eu10Sc1YbSZ ниже по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ. Это свидетельствует о том, что относительная доля более высокосимметричных оптических центров, к которым относятся центры IV', выше в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ и 0.1Eu-10Sc1YbSZ по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ.

Обобщая результаты сравнительного анализа спектроскопических исследований кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ и 0.1Eu-12YSZ. можно сделать вывод о том, что относительная доля катионов стабилизирующих оксидов, имеющих кислородную вакансию в первой координационной сфере, в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ меньше по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ. Данный факт повышает вероятность того, что относительная доля ионов Zr⁴⁺, имеющих вакансию кислорода в первой координационной сфере, будет выше у кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ и 0.1Eu-10Sc1YbSZ по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ. В соответствии с этим согласно результатам работ [5,7], ионная проводимость кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ должна быть выше по сравнению с аналогичной величиной для кристаллов 0.1Eu-12YSZ.

Значения ионной проводимости, измеренные для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ, 0.1Eu-12YSZ при T = 1173 К, представлены в табл. 4. Из таблицы следует, что значения ионной проводимости для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YbSZ, 0.1Eu-10Sc1YSZ выше соответствующего значения для кристаллов 0.1Eu-12YSZ, что находится в полном соответствии с результатами исследования локальной структуры данных кристаллов, представленными выше.

Заключение

Таким образом, в настоящей работе при использовании иона Eu^{3+} в качестве спектроскопического зонда выявлены особенности локальной структуры кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ. Показано, что аналогично кристаллам 0.1Eu-12YSZ для кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ характерно наличие основных типов оптических центров Eu^{3+} , обозначенных как I, II, IV'. Для оптических центров I характерно наличие вакансии кислорода в первой координационной сфере и ее присутствием во второй координационной сфере. Для оптических центров IV' вакансии кислорода присутствуются отсут-

Относительная доля семикоординированных по кислороду катионных позиций (Sc $^{3+}$, Y $^{3+}$, Yb $^{3+}$, Eu $^{3+}$) в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ ниже по сравнению с катионными позициями (Y³⁺, Eu³⁺) в кристаллах 0.1Eu-12YSZ. Другими словами, в кристаллах 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ выше доля позиций трехвалентных катионов, в первой координационной сфере которых кислородные вакансии отсутствуют, а присутствуют либо во второй координационной сфере, либо в более дальних сферах. Это в меньшей степени, чем для твердых растворов 0.1Eu-12YSZ, способствует образованию дефектных комплексов, приводящих к снижению кислород-ионной проводимости, и обеспечивает более высокие значения ионной проводимости кристаллов 0.1Eu-10Sc1YSZ, 0.1Eu-10Sc1YbSZ по сравнению с кристаллами 0.1Eu-12YSZ.

Работа выполнена при финансовой поддержке гранта РФФИ, проект № 16-02-00457_а и Министерства образования и науки РФ (Проект 1.4926.2017/VU).

Список литературы

- [1] Кузьминов Ю.С., Ломонова Е.Е., Осико В.В. Тугоплавкие материалы из холодного тигля. М.: Наука, 2004. 369 с.
- [2] Пятенко Ю.А. // ДАН СССР. 1967. Т. 173. С. 634.
- [3] Borik M.A., Bredikhin S.I., Bublik V.T., Kulebyakin A.V., Kuritsyna I.E., Lomonova E.E., Milovich F.O., Myzina V.A., Osiko V.V., Ryabochkina P.A., Tabachkova N.Yu., Volkova T.V. // Material Letters. 2017. V. 205. P. 186.
- [4] Borik M.A., Bredikhin S.I., Bublik V.T., Kulebyakin A.V., Kuritsyna I.E., Lomonova E.E., Milovich P.O., Myzina V.A., Osiko V.V., Ryabochkina P.A., Tabachkova N.Y. // J. Am. Ceram. Soc. 2017. V. 100. P. 5536.
- [5] Catlow C.R.A. // Solid State Ionics. 1984. V. 12. P. 67.
- [6] Yugami H., Koike A., Ishigame M. // Phys. Rev. B. 1991. V. 44. N 17. P. 9214.
- [7] Заводинский В.Г. // ФТТ. 2004. Т. 46. С. 441.

- [8] Borik M.A, Volkova T.V., Kuritsyna I.E., Lomonova E.E., Myzina V.A., Ryabochkina P.A., Tabachkova N.Yu. // J. Alloys and Compaunds. 2019. V. 770. P. 320–326.
- [9] Борик М.А., Волкова Т.В., Ломонова Е.Е., Мызина В.А., Рябочкина П.А., Табачкова Н.А., Чабушкин А.Н. Опт. и спектр. 2017. Т. 122. № 4. С. 599.
- [10] Krupke W.F. // Phys. Rev. 1966. V. 145. P. 325.
- [11] Judd B.R. // J. Chem. Phys. 1966. V. 44. P. 839.
- [12] Mason S.F., Peacoel R.D., Stewart B. // Mol. Phys. 1975.
 V. 30. P. 1839.
- [13] Белова И.А., Больщиков Ф.А., Воронько Ю.К., Малов А.В., Попов А.В., Рябочкина П.А., Соболь А.А., Ушаков С.Н. // ФТТ. 2008. Т. 50. № 9. Р. 1552.
- [14] Большакова Е.В., Малов А.В., Рябочкина П.А., Ушаков С.Н., Нищев К.Н. // Опт. и спектр. 2011. Т. 110. № 6. Р. 963.
- [15] Ryabochkina P.A., Antoshkina S.A., Bolshakova E.V., Ivanov M.A., Kochurihin V.V., Malov A.V., Ushakov S.N., Shchuchkina N.V., Nischev K.N. // J. Luminescence. 2012. V. 132. P. 1900.