УДК 535.37

lextler

## Г.Е. Рачковская, Г.Б. Захаревич, Е.В. Вилейшикова (Минск, Беларусь) С.Е. Кичанов (Дубна, Россия)

## АП-КОНВЕРСИОННО ЛЮМИНЕСЦИРУЮЩАЯ СТЕКЛОКЕРАМИКА С НАНОКРИСТАЛЛАМИ $PbF_2:(Eu^{3+},Yb^{3+},Tm^{3+})$

Синтезирована и исследована прозрачная оксифторидная стеклокерамика, содержащая нанокристаллы PbF<sub>2</sub>: (Eu<sup>3+</sup>, Yb<sup>2+</sup>, Tm<sup>3+</sup>). Ап-конверсионная люминесценция наблюдалась при возбуждении в иолосу поглощения иона иттербия Yb<sup>3+</sup>. Структура кристаллических наночастиц в стеклокерамике изучена методом малоуглового рассеяния нейтронов.

**Ключевые слова:** оксифторидное стекло, люминесцирующая нано-стеклокерамика, ап-конверсия, ионы-активаторы, структура.

The transparent oxyfluoride glass-ceramics containing  $PbF_2$ : ( $Eu^{3+}$ ,  $Yb^{3+}$ ,  $Tm^{3+}$ ) nanocrystals was synthesized and investigated. Up-conversion luminescence was observed upon excitation into the absorption band of the ion  $Yb^{3+}$ . The structure of crystalline nanoparticles in glass ceramics was studied by small-angle neutron scattering.

123

Keywords: oxyfluoride glass, luminescence nanoglass-ceramics, up-conversion, activator ions, structure.

Оптические стекломатериалы, активированные ионами редкоземельных элементов (РЗЭ), широко применяются в различных областях науки и техники, в частности, в качестве активных сред ап-конверсионных лазеров, оптических усилителей для волоконных телекоммуникационных систем, ломинофоров, сенсоров, источников «белого» света и др. [1; 2]. -38°

Создание прозрачных люминесцирующих стеклокерамик, в которых формируется нанокристаллическая фаза, содержащая редкоземельные ионы, является в настоящее время наиболее простым и дешевым способом получения материалов с низкофононным спектром. Основой для получения таких стеклокерамик служат оксифторидные стеклянные матрины, соактивированные ионами редкоземельных элементов (RE<sup>3+</sup>).

В данной работе использовано сочетание трех ионов-активаторов: европия  ${\rm Eu}^{3+}$ , иттербия Yb<sup>3+</sup> и тулия Tm<sup>3+</sup>, которыми активированы оксифторидные свинцово-силикатные стекла системы SiO<sub>2</sub>–PbO–PbF<sub>2</sub>–CdF<sub>2</sub>. Синтез стеклянной матрицы осуществлялся в электрической силитовой печи, в корундовом тигле емкостью 0,25 мл при 950 ± 50°C с выдержкой при максимальной температуре в течение 30 мин. Готовая стекломасса вырабатывалась в металлическую форму с изготовлением образцов стекла, которые затем подвергались отжигу для снятия остаточных напряжений. Отжиг производился в муфельной печи в течение 3 ч при температуре 320–350°C с последующим инерционным охлаждением. Результаты синтеза позволили заключить, что стекла, соактивированные указанными редкоземельными ионами, характеризуются высокой прозрачностью, гомогенностью и устойчивостью стеклообразного состояния.

Формирование нанокристаллической структуры в объеме стеклянной матрицы осуществлялось путем направленной кристаллизации исходного стекла. Разработан технологический режим кристаллизации стекла, при котором в результате термической обработки получена наноструктурированная прозрачная стеклокерамика. Температура термической обработки стекла, согласно данным дифференциальной сканирующей калориметрии (температура стеклования  $T_g$ ), составляет 400°С при длительности прогревания 45 ч. В результате термической обработки в стекле формируются наноразмерные кристаллы дифторида свинца PbF<sub>2</sub>, в кристаллическую решетку которых входят ионы редкоземельных элементов. Причем, как правило, катализаторами кристаллизации выступают ионы-активаторы RE<sup>3+</sup>. Рентгенофазовый анализ подтверждает выделение нанокристаллов

РbF<sub>2</sub>. На рисунке 1 представлена рентгенограмма прозрачной стеклокерамики с нанокристаллами PbF<sub>2</sub>, содержащими три редкоземельных иона, а также показаны кристаллорафические рефлексы номинально чистого «объемного» кристалла  $\beta$ -PbF<sub>2</sub> с параметром решетки a = 5.940 Å (пространственная группа Fm3m). Дифракционные пики для стеклокерамики смещены относительно данных рефлексов, что указывает на искажение структуры кристалла, вызванное вхождением редкоземельных ионов в кристаллическую решетку  $\beta$ -PbF<sub>2</sub>.



Ап-конверсионная люминесценция (АКЛ) в исследуемой прозрачной стеклокерамике наблюдалась при возбуждении в полосу поглощения (длина волны 960 нм) иона иттербия Yb<sup>3+</sup> (<sup>2</sup>F<sub>7/2</sub>  $\rightarrow$  <sup>2</sup>F<sub>5/2</sub>). Схемы механизмов ап-конверсионной люминесценции показаны на рисунке 2. Ап-конверсионное преобразование в исследуемых образцах осуществляется за счет кооперативного переноса энергии от пары возбужденных ионов иттербия Yb<sup>3+</sup> –Yb<sup>3+</sup> в виртуальном состоянии с энергией 2*E*(<sup>2</sup>F<sub>5/2</sub>) к одному иону Eu<sup>3+</sup>, который возбуждается в состояние <sup>5</sup>D<sub>1</sub> или <sup>5</sup>D<sub>2</sub> (на рисунке отмечено \*). В результате быстрой безызлучательной релаксации заселяется метастабильное состояние <sup>5</sup>D<sub>0</sub> иона Eu<sup>3+</sup>, излучательные переходы из которого в более низколежащие состояния <sup>7</sup>F<sub>j</sub> (J = 0–4) ответственны за характерное красное свечение ионов Eu<sup>3+</sup>.



соактивированном ионами Еи<sup>3+</sup>, Yb<sup>3+</sup>, Tm<sup>3-</sup>

Механизм возбуждения ап-конверсионной люминесценции ионов Tm<sup>3+</sup> реализуется через последовательную сенсибилизацию и поглощение из возбужденного состояния. Последовательная сенсибилизация заключается в последовательном переносе энергии от иона-донора Yb<sup>3+</sup> к иону-акцептору Tm<sup>3+</sup>, в результате чего ион Tm<sup>3+</sup> возбуждается в состояние  ${}^{3}H_{5}$ , а затем в состояния  ${}^{3}F_{3}$ ,  ${}^{1}G_{4}$  и  ${}^{1}D_{2}$ . При этом на каждом этапе последовательного возбуждения происходит колебательная релаксация в более низкоэнергетические состояния (<sup>3</sup>H<sub>4</sub>, <sup>3</sup>F<sub>4</sub>). Ап-конверсионная люминесценция ионов Тта покрывает синий диапазон видимой области спектра и возбуждается гораздо эффективнее красной АКЛ ионов Eu<sup>3+</sup>. Рисунок 3 демонстрирует спектры ап-конверсионной люминесценции оксифторидного стекла и нанофазной стеклокерамики, возбуждаемых на длине волны ~960 нм в полосу поглощения ионов Yb<sup>3+</sup>. Анализируя представленные спектры можно заключить, что люминесценция ионов Eu<sup>3+</sup> наблюдается в этих образцах в виде полос в области 589 нм, 613 нм и 695 нм, соответствующих переходам из возбужденного метастабильного (долгоживущего) состояния  ${}^{5}D_{0}$  в состояния  ${}^{7}F_{1}$ :  $({}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{1})$ ,  $({}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{2})$  и  $({}^{5}D_{0} \rightarrow {}^{7}F_{4})$ . Люминесценция ионов  $Tm^{3+}$  проявляется в виде интенсивной полосы в синей области спектра(474 нм) и полос сравнительно слабой интенсивности в красной (650 нм) и ближней ИК (~800 нм) областях спектра, которые соответствуют переходам иона  $Tm^{3+-1}G_4 \rightarrow {}^{3}H_6, {}^{3}F_2 + {}^{3}F_3 \rightarrow {}^{3}H_4$ и  ${}^{3}H_{4} \rightarrow {}^{3}H_{c}$ . По отношению к АКЛ ионов Eu ${}^{3+}$  люминесценция ионов Tm ${}^{3+}$ оказывается доминирующей.



KAUGHIOBS

Рис. 3. Спектры АКЛ оксифторидного стекла (1) и нанофазной стеклокерамики (2), соактивированных ионами Eu<sup>3+</sup>, Yb<sup>3+</sup>, Tm<sup>3</sup>

Структура стеклокерамики исследована методом малоуглового рассеяния нейтронов (МУРН). На риснке 4 приведены кривые МУРН для исходного стекла (1), стекла с ионами РЗЭ (2) и стеклокерамики, термообработанной при 400°С в течение 5 ч (3) и 15 ч (4).



и стеклокерамики (3, 4)

Отличительной особенностью всех спектров МУРН является наличие широкого пика в диапазоне малых значений переданных импульсов  $q \sim 0.04$  Å<sup>-1</sup>. Этот широкий пик присутствует даже на спектре исходного стекла, что может указывать на наличие в стекле флуктуаций плотности. По отношению к АКЛ ионов Eu<sup>3+</sup> люминесценция ионов Tm<sup>3+</sup> оказывается доминирующей, причем эта тенденция сохраняется по мере выделения в

стеклокерамике нанокристаллической фазы  $PbF_2$  [3]. При термообработке 400° С в течение 5 и 15 ч наблюдалось появление и смещение широкого пика в область низких q < 0,01. По-видимому, рассеяние нейтронов в этом случае происходит от люминесцирующих наночастиц фторида свинца и их кластеров.

1083

Рассчитаны средние размеры люминесцентных наночастиц и флуктуаций плотности в стекле и стеклокерамике. Полученные структурные параметры приведены в таблице.

Стекла и условия термообработки	R флуктуации плотности, нм	R наночастиц, нм
Стекло исходное	3,3 (7)	_
Стекло с ионами РЗЭ	3,4 (5)	32,4 (4)
Стеклокерамика 400°С/5ч	3,2 (2)	24,6 (3)
Стеклокерамика 400°С/15ч	3,5 (8)	19,5 (3)

## Структурные параметры люминесцентных наночастиц и флуктуаций плотности в исследуемых стеклах и стеклокерамике

Исследования показали, что в процессе термической обработки исходного стекла происходит кристаллизация наночастиц фторида свинца из концентрационных неоднородностей стекловидной матрицы. Именно кристаллические наночастицы фторида свинца являются хост-системами для редкоземельных элементов, что и обеспечивает формирование условий для ап-конверсионной люминесценции. Видимая ап-конверсионная люминесс ценция редкоземельных ионов формируется за счет кооперативного переноса энергии от пары возбужденных ионов иттербия  $Yb^{3+}$  к одному иону  $Eu^{3+}$ ,  $2Yb^{3+} \rightarrow Eu^{3+}$  и процессов последовательной сенсибилизации от иона-донора  $Yb^{3+}$  к иону-акцептору  $Tm^{3+}$  в парах  $Yb^{3+} \rightarrow Tm^{3+}$ .

## Литература

- Желтая ап-конверсионная люминесценция прозрачной стеклокерамики с ионами эрбия / Г.Е. Рачковская [и др.] // Стекло и керамика. – 2014. – № 28. – С. 6–9.
- 2. Er<sup>3+</sup> and Eu<sup>3+</sup> containing transparent glass ceramics in the system PbGeO<sub>3</sub> –PbF<sub>2</sub>– CdF<sub>2</sub> / L. Bueno [et al] // J. Non–Cryst. Solid. – 1999. – Vol. 247. – P. 87–91.
- Kichanov S.E., Kozlenko D.P., Gorshkova Yu.E., G.E. Rachkovskaya, G.B. Zakharevich, B.N. Savenko «Structural studies of nanoparticles doped with rare-earth ions in oxyfluoride lead-silicate glasses», Journal of Nanoparticle Research, 20, 54 (2018) https://doi.org/10.1007/s11051-018-4156-z