Особенности поглощения и люминесценции кристаллов CsBr: EuOBr

© Ю.В. Зоренко, Р.М. Турчак, И.В. Констанкевич

Львовский национальный университет им. И. Франко, 79044 Львов, Украина

(Поступила в Редакцию 9 июня 2003 г. В окончательной редакции 3 ноября 2003 г.)

> В температурном диапазоне 80-500 К исследованы особенности спектров поглощения, фото- и рентгенолюминесценции (ФЛ, РЛ), термо- и фотостимулированной люминесценции (ТСЛ, ФСЛ) выращенных методом Бриджмена кристаллов CsBr: Eu²⁺ в зависимости от концентрации примеси EuOBr в предельно возможных для получения совершенных кристаллов границах (0.1-0.4 mol.% в шихте). Показано, что с ростом концентрации активатора имеет место уширение полос поглощения и возбуждения ФЛ с максимумами 250 и 350 nm, обусловленных межконфигурационными $4f^{7}({}^{8}S_{7/2}) \rightarrow 4f^{6}5d(e_{s}, t_{2s})$ переходами в ионах Eu²⁺. В спектрах ФЛ и ФСЛ кристаллов CsBr:EuOBr (0.1-0.4 mol.%) наряду с полосой с $\lambda_{\rm max} = 450\,{\rm nm}$ выявлены полосы с $\lambda_{\rm max} = 508-523$ и 436 nm, которые связываются соответственно с изолированными дипольными Eu²⁺-V_{Cs}- и Eu²⁺-содержащими агрегатными центрами (АЦ). Установлено, что количество АЦ люминесценции с $\lambda_{max} = 508 - 523$ nm максимально при концентрации EuOBr ≤ 0.1 mol.% и уменьшается с увеличением содержания примеси. Обсуждена возможность образования нанокристаллов типа CsEuBr₃ как центров "зеленой" люминесценции с $\lambda_{max} = 508 - 523$ nm в кристаллах CsBr: Eu. Определено, что интенсивность ФСЛ облученных рентгеновскими квантами кристаллов CsBr:EuOBr возрастает с увеличением концентрации активатора и показано, что кристаллы CsBr: (0.3-0.4 mol.% EuOBr) могут быть использованы как запоминающие фосфоры для визуализации рентгеновских изображений с высоким пространственным разделением.

1. Введение

Для визуализации рентгеновских изображений с помощью запоминающих люминофоров [1] в данное время в основном используется BaFBr: Eu. Тем не менее авторами работ [2-6] было показано, что щелочногалоидные кристаллы (ЩГК), легированные ртутеподобными или редкоземельными ионами с 4f-5d-переходами, в частности CsBr:Eu²⁺, владеют лучшими, чем BaFBr:Eu²⁺ характеристиками. Вместе с тем люминесцентные свойства кристаллов CsBr: Еи изучены лишь при малых (0.01-0.1 mol.%) концентрациях активатора [7,9]. Особенностью вхождения примеси Eu²⁺ в CsBr является образование диполей "Eu²⁺-катионная вакансия V_{Cs}", которые при определенных условиях могут создавать как ассоциаты дипольных центров [9], так и нанокристаллы или преципитаты других фаз [6,10,11]. Это в свою очередь может обусловливать существенные изменения характеристик запоминающих фосфоров [5,6,10]. Неустановленным также является влияние примеси кислорода в CsBr: Eu как альтернативного к V_{Cs} компенсатора избыточного заряда ионов Eu²⁺ [10,12] на оптические и люминесцентные свойства этих кристаллов.

Цель настоящей работы — установление особенностей оптических спектров кристаллов CsBr, легированных предельно высокими с точки зрения возможности получения однофазных материалов концентрациями EuOBr (0.1–0.4 mol.% в шихте), и определение условий, при которых эти кристаллофосфоры могут быть использованы для визуализации рентгеновских изображений.

2. Методика эксперимента

Исследованы концентрационные зависимости спектров поглощения и люминесценции при различных типах возбуждения кристаллов CsBr:EuOBr. Кристаллы выращивались методом Бриджмена в вакуумированных (1.3 Ра) кварцевых ампулах из соли CsBr квалификации "х. ч.".

Примесь EuOBr получали из кристаллогидрата $EuBr_3 \cdot 6H_2O$ путем его высокотемпературного прогрева [13] и вносили в шихту в количестве 0.1-0.4 mol.%. При бо́льших концентрациях активатора в выращенных кристаллах наблюдались включения других фаз.

Спектры поглощения (СП) исследовались на спектрофотометре Specord M40 при 300 К. Спектры фотолюминесценции (ФЛ), рентгенолюминесценции (РЛ), термостимулированной люминесценции (ТСЛ) и фотостимулированной люминесценции (ФСЛ) в диапазоне температур 80-500 К исследовались на фотометрической установке, смонтированной на базе монохроматора СФ-4А, и регистрировались с помощью ФЭУ-51. ФЛ возбуждалась излучением азотного лазера ЛГИ-21 $(\lambda = 337.1 \text{ nm}, \text{продолжительность импульса 8 ns}).$ Облучение кристаллов рентгеновскими квантами осуществлялось от аппарата УРС (Cr K_{α} , $U_{a} = 30$ kV, $I = 12 \mu$ A). ФСЛ измерялась при оптической стимуляции облученных рентгеновскими квантами (доза до 2 R) кристаллов CsBr:EuOBr при 300 К светом в области 550-750 nm либо излучением He–Ne-лазера ($\lambda = 633$ nm). Свечение образцов наблюдалось через фильтр с максимумом пропускания в области 440 nm.

Исследования проводились на образцах, выдержанных при комнатной температуре в течение трех месяцев.

3. Результаты и обсуждение

В спектрах поглощения кристаллов CsBr:EuOBr при 300 К (рис. 1, а) наблюдаются две широкие полосы с максимумами при 250 и 350 nm, которые имеют сложную колебательную структуру. Увеличение концентрации примеси в кристалле приводит к возрастанию поглощения в этих полосах, их перекрывания и уширения длинноволнового края от 400 до 450 nm. В целом по спектральному составу и положению полосы поглощения (ПП) кристаллов CsBr:EuOBr совпадают с данными [3,7-9,12] для различных ЩГК, активированных европием в форме Eu³⁺Hal₃. ПП при 250 и 350 nm связаны с межконфигурационными разрешенными переходами между термами основного состояния ${}^{8}S_{7/2}4f^{7}$ -оболочки и термами $4f^{6}5d(e_{g}, t_{2g})$ -оболочки, расщепленными кристаллическим полем (симметрия центра C_{2v}). Следует отметить, что термы $4f^{6}5d$ -конфигурации размещены при более низких энергиях, чем состояния ${}^{6}P_{i}4f^{7}$ -конфигурации Eu²⁺, поэтому характеристические линейчатые 4f⁷-4f⁷-переходы в поглощении и излучении кристаллов CsBr:EuOBr не наблюдаются. Тонкая структура СП в большей степени является результатом электростатического взаимодей-



Рис. 1. a — спектры поглощения монокристаллов CsBr толщиной 1 mm при различных концентрациях EuOBr. T = 300 K. N_{EuOBr} , mol.%: 1 - 0, 2 - 0.1, 3 - 0.2, 4 - 0.4. На вставке приведены разностные спектры поглощения для концентраций 0.1 (1), 0.2 (2) и 0.4 mol.% EuOBr (4). b — спектры возбуждения ФЛ монокристаллов CsBr:0.1 mol.% EuOBr в полосах при 520 (1) и 440 nm (2). T = 80 K.



Рис. 2. Спектры ФЛ (*a*) при возбуждении N₂-лазером ($\lambda = 337.1$ nm) и РЛ (*b*) монокристаллов CsBr при различных концентрациях EuOBr. *T* = 300 K. Спектры нормированы по максимуму интенсивности. *1*–*4* — то же, что и на рис. 1,*a*.

ствия между *d*- и *f*-электронами и спин-орбитального взаимодействия.

Кроме одиночных дипольных центров $Eu^{2+} - V_{Cs}$, идентифицированных исследованиями ЭПР [5,9], в кристаллах CsBr: Eu²⁺ в результате термического отжига могут образовываться более сложные агрегатные центры (АЦ) [6,10]. По данным [9], процессы агрегатизации имеют место даже при комнатной температуре. С учетом этого определенное уширение длинноволнового края спектра поглощения в области 400-450 nm в кристаллах CsBr: EuOBr (0.1-0.4 mol.%) в сравнении с данными [8] для меньших (~ 0.01 at.%) концентраций может быть обусловлено образованием таких центров. Характерно, что в результате закалки этих кристаллов от 500 до 290 К длинноволновое крыло ПП 350 nm сдвигается вплоть до 400 nm, что очевидно вызвано тем преобладанием в абсорбции одиночных Eu²-V_{Cs}-центров. Вместе с тем продолжительное (на протяжении трех месяцев) хранение образцов при 295 К приводит к обратному уширению края поглощения этой полосы, что, вероятно, обусловлено процессами агрегатизации. Следует отметить, что эти процессы также сопровождаются неэлементарной зависимостью спектров люминесценции кристаллов CsBr: EuOBr от концентрации активатора (рис. 2).

Люминесценция ионов Eu²⁺ в кристаллах CsBr:Eu возникает как результат разрешенных межконфигурационных переходов между термами e_g и t_{2g} 4f⁶5d-оболочки и термами основного ${}^8S_{7/2}$ -состояния 4 f^7 -оболочки [7,8]. Вместе с тем в спектрах ФЛ кристаллов CsBr:EuOBr (0.1-0.4 mol.%) при возбуждении в длинноволновой полосе поглощения ионов Eu²⁺ излучением N_2 -лазера с $\lambda = 337.1$ nm (рис. 2, *a*) наряду с известной полосой излучения дипольных центров $Eu^2 - V_{Cs}$ [5,9] в синей 435-450 nm области спектра была обнаружена не упоминаемая ранее в литературе полоса люминесценции в "зеленой" области спектра. Характерно, что ФЛ кристаллов CsBr: EuOBr сложным образом зависит от концентрации активатора. При содержании EuOBr 0.1 mol.% доминирует полоса люминесценции (ПЛ) с максимумом при 508 nm (кривая 2 на рис. 2, a). Увеличение концентрации активатора до 0.2-0.4 mol.% приводит к возрастанию интенсивности излучения дипольных центров $Eu^2 - V_{Cs}$ в области 400-500 nm и уменьшению интенсивности люминесценции в диапазоне 500-600 nm вплоть до полного ее исчезновения (кривые 3, 4 на рис. 2, а). При этом максимум "зеленой" полосы с возрастанием содержания EuOBr сдвигается в длинноволновую область с 508 до 523 и 550 nm при изменении концентрации активатора соответственно с 0.1 до 0.2 и 0.4 mol.%. Аналогичным образом максимумы "синей" ПЛ CsBr: Еи при соответствующих концентрациях расположены при 436, 440 и 450 nm. Очевидно, что такая неэлементарная зависимость интенсивности излучения кристаллов CsBr: EuOBr в отдельных ПЛ не является результатом их взаимного перекрытия, а отражает процессы образования более сложных, чем изолированные диполи $Eu^{2+} - V_{Cs}$, центров люминесценции.

Определенную информацию об этих процессах дает детальный анализ спектров возбуждения люминесценции (СВЛ) (рис. 1, b) для полос в "зеленой" (кривая 1) и "синей" (кривая 2) областях спектра. Из рис. 1, b видно, что для ПЛ 520 nm в кристаллах CsBr: Eu (0.1 mol.%) наблюдается определенное уширение СВЛ (кривая 1), которое заметно по положению пиков колебательной структуры на коротковолновом крыле полосы возбуждения 250 nm и длинноволновом крыле полосы возбуждения 350 nm в сравнении с аналогичными полосами СВЛ для ПЛ 440 nm (кривая 2). Оценка величины сдвига 0.21 eV между соответствующими полосами в области 202-208 и 370-375 nm свидетельствует, что сила кристаллического поля, определяющая спектральные характеристики ионов Eu²⁺ в центрах "зеленой" люминесценции, на 9% больше соответствующей величины для центров "синей" люминесценции, обусловленной изолированными $Eu^{2+} - V_{Cs}$ -диполями.

На рис. 2, *b* представлены спектры РЛ неактивированных (кривая I) и активированных примесью европия (0.2–0.4 mol.%) (кривые 3, 4) кристаллов CsBr. Люминесценция неактивированных кристаллов CsBr при комнатной температуре с максимумом в области

490–500 nm обусловлена на α -центрах [14], а при температурах 80 K — свечением автолокализованных π -экситонов с $\lambda_{\text{max}} = 330$ nm [12,14]. С ростом концентрации активатора максимум РЛ смещается в синюю область спектра, что связано с увеличением рекомбинационных потоков через Eu²⁺-центры. Механизм этого процесса состоит в промежуточном захвате дырки Eu²⁺– V_{Cs} -центрами или их ассоциатами с последующей рекомбинацией с ними электрона и передачей энергии ионам Eu²⁺.

В спектрах ТСЛ кристаллов CsBr: EuOBr, облученных рентгеновскими квантами при 80 К и прогретых до 300 К (кривые 2-4 на рис. 3) наблюдаются пики при 105, 137, 152, 162 и 186 К. В облученных при 300 К и прогретых до 500 К кристаллах CsBr: EuOBr (0.4 mol.%) имеют место также пики при 335 и 420 К (рис. 3, b). Сравнение кривых ТСЛ активированных EuOBr (кривые 2-4) и нелегированных кристаллов CsBr (кривая 1) указывает на взаимосвязь групп пиков при 152, 162, 186 К и 335, 425 К с введением примеси Eu²⁺. Спектральный состав наиболее интенсивных пиков ТВ при 162 и 420 К в кристаллах CsBr:EuOBr (0.4 mol.%) состоит из единственной полосы с максимумом при 440-450 nm. Это позволяет утверждать, что конечным результатом процесса, который происходит при термическом опустошении центров захвата, является возбуждение Eu²⁺-центров путем ре-



Рис. 3. Спектры ТСЛ монокристаллов CsBr (1) и CsBr: Eu²⁺ при различных концентрациях активатора, mol.%: 2 — 0.1, 3 - 0.2, 4 - 0.4 в интервалах температур 80-225 K (*a*) и 290-450 K (*b*).



Рис. 4. Спектры возбуждения Φ СЛ кристаллов CsBr при различных концентрациях активатора при 300 К. 1-4 — то же, что на рис. 1, a.

комбинации электронов с дырками, локализованными на $Eu^{2+}-V_{Cs}$ -диполях или их ассоциатах. С учетом этого высокотемпературные пики ТСЛ при 335 и 420 К по аналогии с данными [15] связаны соответственно с термическим опустошением *F*-центров (V_{Cs}) и F_z -центров (*F*-центр, стабилизированный самым близким $Eu^{2+}-V_{Cs}$ -диполем). Группа пиков ТСЛ в области 150–190 К, вероятно, может быть связана с образованием *F*⁻-центров (*F*-центры с дополнительно локализованным электроном), создание которых при 123–173 К наблюдалось авторами [12] в КЈ: Eu^{2+} . В рамках этого предположения пики ТСЛ при 152 и 162 К могут быть отнесены к F_z^- -центрам с различной координацией $Eu^{2+}-V_{Cs}$ -диполей, тогда как пик 186 К — с существованием изолированных *F*⁻-центров.

При оптической стимуляции рентгенизированных при 300 К кристаллов светом из области 550–750 nm (рис. 4) возникает интенсивная ФСЛ в синей области спектра. Указанная полоса спектра стимуляции ФСЛ с максимумом 650–675 nm соответствует поглощению *F*-и *F*_z-центров [3,6,12]. Спектральный состав ФСЛ в целом адекватен спектрам ФЛ (рис. 2) и обусловлен рекомбинацией фотоионизированных из *F*-подобных центров электронов с дырками, захваченными $Eu^{2+}-V_{Cs}$ -диполями и их ассоциатами. С увеличением концентрации активатора возрастает интенсивность ФСЛ с преобладающим составом излучения изолированных $Eu^{2+}-V_{Cs}$ -диполей в области 440–450 nm.

Из приведенных экспериментальных результатов видно, что кристаллы CsBr: EuOBr аккумулируют энергию рентгеновского излучения. При одинаковой дозе облучения запасенная кристаллами светосумма тем выше, чем больше содержимое примеси. Вместе с тем оптимальной для записи информации рентгеновскими лучами является концентрация примеси 0.3–0.4 mol.% EuOBr, при которой еще возможно получение качественных кристаллов. Полоса излучения кристалла CsBr:0.4 mol.% EuOBr с максимумом при 450 nm практически не отличается от таковой для кристаллов CsBr, легированных EuBr₃ [6], и находится достаточно далеко от полосы возбуждения ФСЛ. Это условие является необходимым для практического использования его в качестве запоминающего фосфора, в частности, как экрана с высоким пространственным разрешением. Для оптического считывания записанной на этих кристаллах информации целесообразно использование He-Ne-лазера с $\lambda = 633$ nm. Вместе с тем существует необходимость дополнительного согласования спектра создания ФСЛ с излучением этого лазера (рис. 4).

Другим способом улучшения свойств фосфоров на основе CsBr: Eu²⁺ для повышения интенсивности ФСЛ является образование фоточувствительных центров на основе Eu²⁺-содержащих нанокристаллов и преципитатов других фаз, для которых характерно большее в сравнении с изолированными диполями $Eu^{2+}-V_{Cs}$ сечение захвата носителей заряда [6,7]. Анализ возможных типов таких образований в кристаллах CsBr ограничен в данное время отсутствием фазовой диаграммы составов системы Cs-Br-Eu. Вместе с тем определенные выводы можно сделать на основе люминесцентных характеристик кристаллов CsBr с различной концентрацией активатора. В частности, можно утверждать, что в кристаллах CsBr:EuOBr (0.1-0.4 mol.%) кроме изолированных диполей $Eu^{2+} - V_{Cs}$ (им отвечают полосы ФЛ и ФСЛ при 450 nm, кривая 4 на рис. 2, a) образуются еще несколько центров, которым соответствуют полосы ФЛ и ФСЛ при 508-523 и 436 nm (кривая 2 на рис. 2, *a*).

Спектральный состав ФЛ и ФСЛ АЦ в CsBr и спектры возбуждения ФЛ позволяют предположить, что центры "зеленой" и "синей" люминесценции связаны с ионами Eu²⁺ в кристаллических узлах различной симметрии. В пользу этого свидетельствует бо́льшая (на 9%) величина силы кристаллического поля для центров "зеленой" люминесценции и существенное смещение (вплоть до 70 nm) спектров ФЛ и ФСЛ в область бо́льших длин волн по отношению к центрам "синей" люминесценции, которые соответствуют излучению ионов Eu²⁺ в кристаллическом поле симметрии С2v. Следует отметить, что из всей совокупности составов, в которых имеет место люминесценция ионов Eu²⁺ [16], в "зеленой" (510-520 nm) области спектра наблюдалась люминесценция лишь в кристаллах с перовскитоподобной структурой, в частности в EuAlO₃ [17].

По данным [18,19], в результате отжига при $T = 160-200^{\circ}$ С в твердых растворах CsCl-PbCl₂ и CsBr-CdBr₂ при определенных концентрациях активаторов (ионов Pb²⁺ и Cd²⁺) 0.5-1 mol.% образуются нанокристаллы перовскитоподобных фаз типа CsPbCl₃ и CsCdBr₃ с размером 250-300 постоянных решетки этих материалов. В [18] был предложен механизм образования подобных нанокристаллов. По аналогии с этим можно ожидать образования подобных нанокристаллов типа CsEuBr₃ в активированных EuOBr монокристаллах CsBr со структурой CsCl при

концентрациях активатора 0.1-0.2 mol.%. В пользу такого предположения свидетельствуют также результаты работ [6,7], в которых существенные изменения интенсивности ФСЛ в отожженных при $160-220^{\circ}$ С порошках CsBr:EuBr₃ (0.01-5 mol.%) связываются с образованием нанокристаллов CsEuBr₃ и Cs₄EuBr₆ на основании корреляции структуры и положения отдельных линий рентгеновских дифрактограмм с соответствующими линиями для фаз CsPbBr₃ и Cs₄PbBr₆ [20].

По нашему мнению, именно такие образования являются центрами "зеленой" люминесценции в CsBr:Eu, тогда как за АЦ ФЛ и ФСЛ в области 436–443 nm наиболее вероятно отвечают преципитаты типа EuBr₂, люминесценция которых как раз в этой спектральной области наблюдалась авторами [11] в кристаллах ABr:Eu (A = Na, K, Rb).

Альтернативным рассмотренным выше типам АЦ люминесценции в CsBr: Еи является образование парных центров Eu²⁺ – O^{2–} [12], в которых примесь кислорода компенсирует избыточный заряд ионов Eu²⁺. Вместе с тем такая модель не описывает сложных зависимостей спектров ФСЛ и ФЛ от концентрации активатора и множественности образования АЦ люминесценции в CsBr: Eu.

Авторы выражают благодарность Батенчуку М.М. (Универститет Ерланген—Нюрнберг, Германия) за проведение измерений спектров ФСЛ.

Список литературы

- M. Sonoda, M. Takano, J. Migahara, H. Kato. Radiology 148, 833 (1983).
- [2] A.R. Laksman. Phys. Stat. Sol. (a) 153, 3, 3 (1996).
- [3] С.С. Новосад, Б.О. Белікович, С.Д. Мартинів, І.Й. Кухарський. Укр. фіз. журн. 40, 11–12, 1212 (1995).
- [4] J.M. Spaeth. Radiat. Measur. 33, 527 (2001).
- [5] S. Schweizer, U. Rogulis, S. Assmann, J.M. Spaeth. Radiat. Measur. 33, 483 (2001).
- [6] P. Hackenschmied, G. Zeitler, M. Batentschuk, A. Winnacker, B. Schmitt, M. Fuchs, W. Knupfer. Nucl. Inst. Meth. Phys. Res. B 191, 163 (2002).
- [7] Е.А. Шуралева, П.А. Парфианович, П.С. Ивахненко. Спектроскопия кристаллов. Наука, М. (1975). 320 с.
- [8] Г.Д. Варенко, В.П. Авдонин, Б.Г. Плаченов. Оптика и спектроскопия 28, 1, 72 (1970).
- [9] В.П. Савельев, В.П. Авдонин, Л.Д. Дугарова, А.П. Недашковский, Б.Т. Плаченов. ФТТ 16, 4, 1090 (1974).
- [10] P. Hackenschmied, G. Schierning, M. Batentschuk, A. Winnacker. J. Appl. Phys. 93, 9, 5109 (2003).
- [11] C.P. Medrano, H.S. Murrieta, J.P. Rubio. J. Lumin. **29**, 223 (1984).
- [12] S.S. Novosad, N.M. Streletska. Funktional. Mather. 9, 190 (2002).
- [13] Химия и технология редких и рассеянных элементов. Ч. 2 / Под ред. К.А. Большакова. Изд. 2-е. Высш. шк., М. (1976). С. 72.

- [14] Л.А. Парфианович, Е.Е. Пензина. Электронные центры окраски в ионных кристаллах. Восточно-Сибирское книжное изд., Иркутск (1977). 265 с.
- [15] S. Chernov, A.R. Melendes, T.M. Riters, M. Barbosa-Flores. Radiat. Measur. 33, 797 (2001).
- [16] Phosphors handbook / Ed. by Sh. Shinoya, W.M. Yen. CRC Press LLC, N.Y. (2000). 780 p.
- [17] P.M. Jaffe. J. Electrochem. Soc.: Solid State Science 117, 7, 918 (1970).
- [18] M. Nikl, K. Nitsch, K. Polak. Phys. Rev. B 51, 8, 5192 (1995).
- [19] S.V. Myagkota. Opt. and Spectrosc. 87, 2, 290 (1999).
- [20] M. Nikl, K. Nitsch, E. Mihokova, K. Polak, G.P. Pazzi, P. Fabeni, M. Gurioli, F. Somma, S. Zazubovich, V. Babin, A. Scacco, S. Santucci, R. Phani, R. Aceves, M. Barboza-Flores, R. Peres-Salas. Proc. Electrochem. Soc. **98-25**, 250 (1998).