

05:07

## Интегральный, абсолютный и относительный световыход керамик на основе ZnO

© П.А. Родный, И.В. Ходюк, Е.И. Горохова

Санкт-Петербургский государственный политехнический университет

E-mail: Rodnyi@tueph.stu.neva.ru

Научно-исследовательский и технологический институт оптического  
материаловедения ВНЦ «ГОИ им. С.И. Вавилова», Санкт-Петербург

Поступило в Редакцию 10 марта 2010 г.

Методом одноосного горячего прессования получены керамики оксида цинка и исследованы их оптические и люминесцентно-сцинтилляционные характеристики при рентгеновском и гамма-возбуждении. Полученные керамики ZnO обладают прозрачностью до 35% в области максимума длины волны рентгено-люминесценции (520 nm), абсолютным световыходом в пределах от 10 900 до 25 360 photons/MeV в зависимости от времени формирования импульса спектрометрического усилителя, энергетическим разрешением от 11.8 до 19.2% при полном поглощении гамма-квантов с энергией 662 keV и линейностью относительного световыхода в пределах 2% в диапазоне энергий 35–662 keV.

Оксид цинка вызывает огромный интерес у исследователей, поскольку он обладает рядом особенностей, сочетая в себе свойства полупроводникового материала при значительной доле ионной связи. Порошкообразный ZnO известен как эффективный люминофор, а в виде тонких пленок он используется как детектор частиц в дейтерий-тритиевых генераторах [1]. Однако порошкообразные и тонкопленочные материалы применимы лишь для детектирования нейтронов и альфа-частиц, а для регистрации гамма- и рентгеновских квантов необходимы сцинтилляторы, обладающие большим объемом (моноокристаллы либо оптические керамики) и высокой прозрачностью в спектральной области излучения материала. Получение моноокристаллического оксида цинка — сложный, длительный и дорогостоящий технологический процесс. Оптическая керамика, представляющая собой прессованный поликристаллический материал, размер зерна которого может варьироваться в широких пределах, является перспективной альтернативой

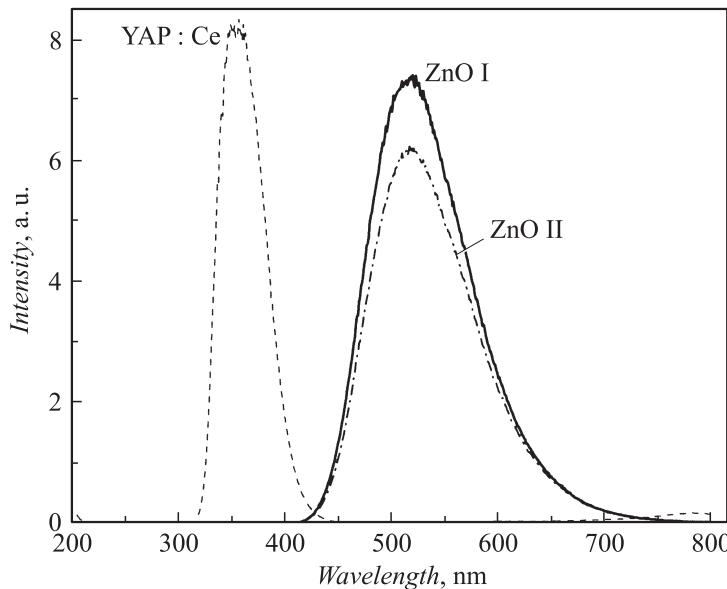
традиционным монокристаллам как в сцинтилляционной, так и в лазерной технике.

В данной работе представлены результаты по синтезу и исследованию сцинтилляционных и оптических свойств керамик ZnO при рентгеновском и гамма-возбуждениях. Ранее нами были рассмотрены проблемы быстродействия керамик на основе оксида цинка [2]. В данной работе основное внимание уделено интенсивности люминесценции (для сцинтилляторов — это световойход) керамик ZnO.

Для получения керамик применялся метод одноосного горячего прессования исходных порошков оксида цинка [3]. Образцы керамик были получены в форме дисков диаметром 24 mm и толщиной (после полировки) 1.5 mm. Условия изготовления керамических образцов (температура, давление, атмосфера и др.) варьировались с целью получения образцов с максимальной прозрачностью и световойходом. В данной работе представлены результаты исследования двух образцов с наилучшими характеристиками. Образец керамики ZnO I был получен из порошкообразного оксида цинка производства фирмы «Alfa Aesar» с размером исходных частиц 120–160 nm. Для получения керамики ZnO II использовался отечественный, специально очищенный оксид цинка, с размером исходных частиц 300–600 nm.

Измерение спектров оптического пропускания образцов показало, что обе керамики ZnO I и ZnO II обладают высокой, до 50%, прозрачностью в длинноволновой области видимой части спектра. Для  $\lambda = 520$  nm коэффициент полного пропускания составляет 35% при толщине образцов 1.5 mm, что является высоким значением для керамики, произведенной из материала, обладающего гексагональной структурой.

Измерение спектров рентгенолюминесценции (РЛ) осуществлялось с использованием рентгеновской трубки с медным анодом, работающей в режиме: 55 kV, 40 mA. Спектры излучения измерялись при помощи монохроматора Acton Research Company VM-504. В качестве фотоприемника использовалось ФЭУ Hamamatsu R934-04. Все измеренные спектральные кривые откорректированы с учетом чувствительности ФЭУ и пропускной способности монохроматора для различных длин волн. Используя данную методику, можно с высокой точностью определить интегральный световойход (ИСВ), вычисляя интеграл интенсивности РЛ.



**Рис. 1.** Спектры рентгенолюминесценции YAP сцинтиллятора и сцинтилляционных керамик ZnO I и ZnO II.

На рис. 1 представлены спектры РЛ исследуемых керамик в сравнении со спектром стандартного сцинтилляционного кристалла  $\text{YAlO}_3 : \text{Ce}$  (YAP). Обе керамики ZnO I и ZnO II обладают интенсивной люминесценцией в длинноволновой области спектра. Известно, что внутризонная люминесценция ZnO может быть связана с вакансиями цинка  $V_{\text{Zn}}$  [4], вакансиями кислорода  $V_{\text{O}}$  [5] и другими центрами [2]. В работе [6] показано, что за широкую полосу люминесценции с максимумом 2.35 eV ответственны  $V_{\text{Zn}}$  центры, а кислородные вакансии приводят к более коротковолновому излучению: 2.53 eV. Положение и полуширина полосы РЛ (рис. 1, табл. 1), регистрируемой в керамиках ZnO, позволяет приписать эту полосу  $V_{\text{Zn}}$  центрам. Очевидно, меняя условия синтеза керамик, нам удалось создать в образцах большое число вакансий цинка, которые обеспечивают высокую интенсивность РЛ. ИСВ, который определялся как площадь под кривой РЛ, оказался

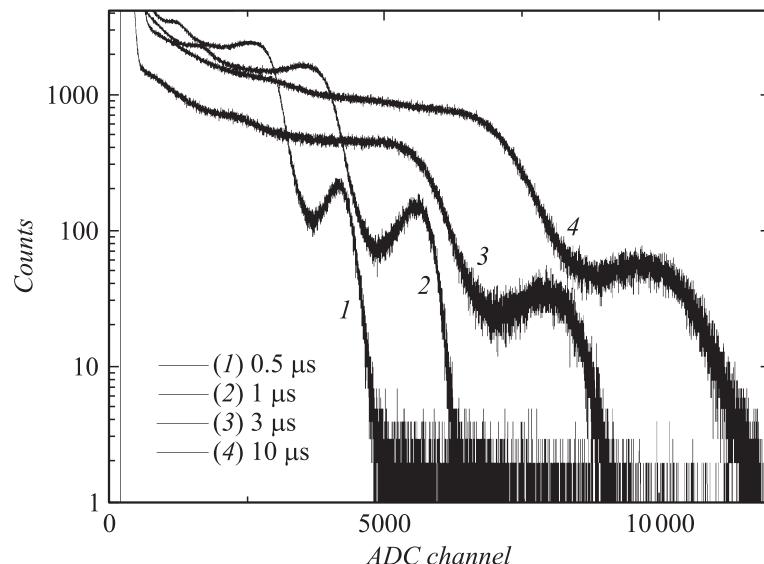
**Таблица 1.** Параметры рентгенолюминесценции и интегральный световыхход YAP и исследуемых керамик: положение максимума ( $\lambda_m$ ) и полуширина ( $\Delta\lambda$ ) полосы РЛ, интегральный световыхход (ИСВ) в процентах от ИСВ YAP

Сцинтиллятор	$\lambda_m$ , nm	$\Delta\lambda$ , nm	ИСВ, %
YAP	356	51	100
ZnO I	518	110	188
ZnO II	517	111	161

в керамиках ZnO I и ZnO II в 1.88 и 1.61 раза выше относительно аналогичного в сцинтилляторе YAP (см. табл. 1).

Измерение абсолютного световыххода (ACB) исследуемых керамик проводилось с использованием ФЭУ Hamamatsu R6231-100. Для усиления и формирования сигнала, поступающего на аналого-цифровой преобразователь Ortec 114 16k ADC, использовались самодельный предусилитель и спектрометрический усилитель Ortec 672. ACB определялся путем сравнения позиции максимума фотопика для спектра  $^{137}\text{Cs}$  (662 keV) с позицией центра веса одноэлектронного спектра. Для увеличения эффективности сбора световых фотонов, образовавшихся в результате поглощения гамма-излучения, исследуемые образцы были накрыты несколькими слоями отражающей тефлоновой ленты.

На рис. 2 приведены энергетические спектры керамики ZnO II при различных значениях времени формирования импульса спектрометрического усилителя. Насколько нам известно, ранее не удавалось измерить аналогичные спектры для керамик ZnO из-за недостаточной прозрачности и низкого световыххода. При использовании для измерений формирующего импульса длительностью 0.5, 1, 3 и 10  $\mu\text{s}$  были получены следующие значения абсолютного световыххода керамики ZnO II:  $10\,900 \pm 100$ ,  $14\,610 \pm 250$ ,  $20\,710 \pm 530$  и  $25\,360 \pm 800$  photons/MeV соответственно. Световыхход YAP сцинтиллятора, измеренный при аналогичных условиях и времени формирования импульса 10  $\mu\text{s}$ , составил  $30\,190 \pm 100$  photons/MeV. Энергетическое разрешение керамики ZnO II, определенное из кривых, представленных на рис. 2, лежит в диапазоне от 11.8 до 19.2% в зависимости от времени формирования импульса (см. табл. 2).

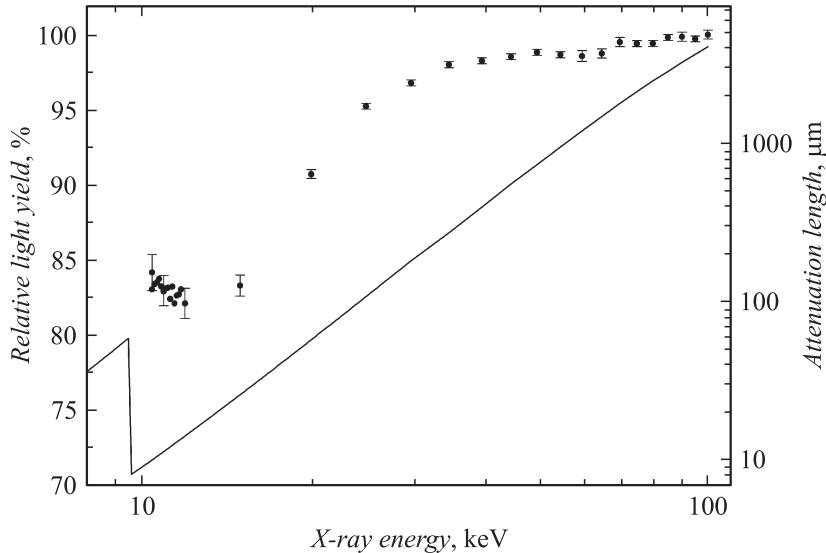


**Рис. 2.** Энергетические спектры  $^{137}\text{Cs}$ , измеренные с использованием сцинтилляционной керамики ZnOII при различных значениях времени формирования импульса спектрометрического усилителя.

На рис. 3 представлена зависимость относительного световогохода (ОСВ) керамики ZnO от энергии падающего рентгеновского излучения. Измерения проводились по схеме, аналогичной описанной ранее для

**Таблица 2.** Параметры сцинтилляционной керамики ZnOII при различных значениях времени формирования импульса ( $\tau$ ) в спектрометрическом усилителе: положение максимума фотопика от  $^{137}\text{Cs}$  662 keV ( $x_{\max}$ ), энергетическое разрешение ( $R$ ) и число сцинтилляционных фотонов ( $N_{\text{ph}}$ )

$\tau, \mu\text{s}$	$x_{\max}$ , канал	$R, \%$	$N_{\text{ph}}, \text{photons/MeV}$
0.5	$4135 \pm 8$	$13.3 \pm 0.5$	$10\,900 \pm 100$
1.0	$5545 \pm 23$	$11.8 \pm 0.2$	$14\,610 \pm 250$
3.0	$7863 \pm 51$	$16.1 \pm 1.0$	$20\,710 \pm 530$
10.0	$9626 \pm 77$	$19.2 \pm 1.6$	$25\,360 \pm 800$



**Рис. 3.** Зависимость ОСВ сцинтиляционной керамики ZnO II от энергии падающего излучения. Сплошной линией представлена длина релаксации фотонов в ZnO.

ACB, с отличием в том, что вместо источника гамма-излучения применялось излучение синхротрона. ОСВ был определен как отношение ACB при данной энергии квантов падающего излучения к величине этой энергии. На рис. 3 ОСВ представлен в процентах от ACB при 662 keV, деленного на 662 keV.

Согласно полученным экспериментальным данным, относительный световыхыход в интервале энергий 35–662 keV изменяется в пределах 2% (рис. 3), что является хорошим показателем по сравнению с другими материалами. Однако при понижении энергии падающего излучения, вблизи 12 keV, регистрировался локальный минимум ОСВ, достигающий значения 82% в своей низшей точке. В интервале 12–35 keV изменение ОСВ составляет 16%. Данный спад коррелирует с представленной на рис. 3 сплошной линией — длиной релаксации гамма-излучения в ZnO. Зависимость ОСВ от энергии падающего рентгеновского или гамма-излучения является прямым следствием более фундаментальной

5\* Письма в ЖТФ, 2010, том 36, вып. 15

зависимости световыххода от энергии вторичных электронов [7]. По мере приближения энергии рентгеновского излучения к энергии связи  $K$ -электрона в оболочке атома Zn, равной 9.659 keV, энергетический спектр вторичных фотоэлектронов смещается в область низких значений. Данное смещение приводит к увеличению плотности ионизации, что в свою очередь приводит к уменьшению эффективности сцинтилляционного материала и, как следствие, к уменьшению абсолютного и относительного световыххода.

Таким образом, полученные керамики ZnO обладают высокой прозрачностью в видимой области спектра, высоким световыходом, удовлетворительным энергетическим разрешением и линейностью относительного световогохода в области энергий от 35 до 100 keV. Данные характеристики делают керамики ZnO перспективными сцинтилляционными материалами для использования в детекторах рентгеновского и гамма-излучений в диапазоне средних энергий (30–662 keV).

## Список литературы

- [1] Beyerle A., Hurley J.P., Tunnele L. // Nucl. Instr. Meth. in Phys. Res. A. 1990. V. 299. P. 458.
- [2] Demidenko V.A., Gorokhova E.I., Khokyuk I.V., Khristich O.A., Mikhlin S.B., Rodnyi P.A. // Radiation Measurements. 2007. V. 42. P. 549.
- [3] Горохова Е.И., Родный П.А., Ходюк И.В., Ананьева Г.В., Демиденко В.А., Bourret-Courchesne E.D. // Оптический журнал. 2008. Т. 75. № 11. С. 66.
- [4] Orgur U., Alivov Ya.I., Liu C., Teke A., Reshnikov M.A., Dogan S., Avrutin V., Cho S.-J., Morkoc H. // J. Appl. Physics. 2005. V. 98. P. 041 301.
- [5] Чубенко Е.Б., Бондаренко В.П., Balucani M. // Письма в ЖТФ. 2009. Т. 35. В. 24. С. 74.
- [6] Moe Berseth T., Svenson B.G., Kuznetsov A.Yu., Klason P., Zhao Q.X., Willander M. // Appl. Phys. Letters. 2006. V. 89. P. 262 112.
- [7] Moses W.W., Payne S.A., Choong W.-S., Hull G., Reutter B.W. // IEEE Trans. Nucl. Sci. 2008. V. 55. N 3. P. 1049.