

# CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>荧光粉的光致和阴极射线发光性能

赵文玉<sup>112</sup>,安胜利<sup>1</sup>,樊彬<sup>1</sup>,李松波<sup>1</sup>,戴亚堂<sup>3</sup>

① 北京科技大学冶金与生态工程学院,北京 100083;
 ② 内蒙古科技大学化学与化工学院,包头 014010;
 ③ 西南科技大学材料科学与工程学院,绵阳 621000
 E-mail: zhaowenyu2011@hotmail.com

2011-07-14 收稿, 2011-10-19 接受 内蒙古自然科学基金(20080404MS0204)、国家高技术研究发展计划(2008AAXXX0310)和内蒙古科技大学创新基金(2010NC026)资助

**摘要** 采用化学共沉淀法制备单一基质 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>白色荧光粉,借助场发射扫描电子显 微镜(field emission scanning electron microscopy, FE-SEM), X-射线衍射(X-ray diffraction, XRD), 激光粒度仪,光致发光(photoluminescence, PL)和阴极射线发光(cathodoluminescence, CL)光谱 对其结构和光学性能进行研究.结果表明,样品由一些黏结在一起的近球形颗粒组成,有轻微 的团聚现象,平均粒径约为 1.0  $\mu$ m. Dy<sup>3+</sup>离子作为发光中心取代 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 晶格中的 La<sup>3+</sup>离子, 其对称格位为 C<sub>s</sub>. 在紫外光和低压电子束的激发下, CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>荧光粉表现出 Dy<sup>3+</sup>的特征 发射(<sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>-<sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>跃迁),其最强发射峰为 573 nm(黄光).样品的色坐标均位于 白光区域,并讨论了发光机理.此荧光粉可被应用于场发射显示器(field emission displays, FEDs)和白光发光二极管(light-emitting diodes, LED)中.

**关键词** 荧光粉 阴极射线发光 光致发光 FEDs

《中国科学》杂志社

SCIENCE CHINA PRESS

目前,稀土荧光粉由于具有优异的发光特性、好的稳定性、高的发光效率、强的蓝光或紫外发射带以及在电子束激发下无气体放出等优点而被广泛应用于场发射显示器(FEDs)和白光 LED 中<sup>[1,2]</sup>.在这些稀土荧光粉中,主要以硫化物、氮化物、氧化物或氮氧化物等荧光粉为主.然而,在电子束激发下,硫化物荧光粉容易分解,产生硫化物气体.这不仅毒化阴极,而且降低自身的发光效率<sup>[3,4]</sup>.而氮化物和氮氧化物荧光粉的制备条件比较苛刻,对设备的要求也高<sup>[5]</sup>.因此,研发无污染、相对廉价、容易制备、稳定性好和发光效率高的稀土氧化物荧光粉具有更大的应用前景<sup>[6,7]</sup>.

镓酸镧钙 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 属于四方晶系,其空间群 为 P 4 2<sub>1</sub>m. 在此晶格中,GaO<sub>4</sub> 层处于 *ab* 面上; 层与 层之间,二价的 Ca 和三价的 La 随机分布于八配位体 中,其对称性为 C<sub>s</sub><sup>[8]</sup>. 然而,到目前为止,很少有关 于 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 基荧光粉的相关报道.对于荧光粉的 制备,大部分荧光粉利用传统的高温固相法.然而, 由于混料的不均匀和低的反应速率,此法制备的荧 光粉形貌不均匀,团聚现象严重和硬度大,并且后续 的研磨处理也会降低其发光效率.相对而言,化学共 沉淀法可以克服以上缺点.另外,作为发光中心, Dy<sup>3+</sup>离子由于自身的白光发射(由位于470~500 nm的 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>-<sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>跃迁和位于570~600 nm的<sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>-<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub>跃迁 组成)而备受关注<sup>[9,10]</sup>.因此,本文利用化学共沉淀法 制备 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>白光荧光粉,并对其光致发光 (PL)和阴极射线发光(CL)性能进行研究.

## 1 实验

(i)样品制备. 实验以草酸(C<sub>2</sub>H<sub>2</sub>O<sub>4</sub>)为沉淀剂,
采用化学共沉淀法制备 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>荧光粉,并
利用单因素实验得到最佳的摩尔掺杂浓度为 5%. 量取
5 mL Ca(NO<sub>3</sub>)<sub>2</sub> (1 mol/L), 4.95 mL La(NO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> (1 mol/L),
5 mL Ga(NO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> (1 mol/L)和 0.5 mL Dy(NO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> (0.1 mol/L)

**英文版见**: Zhao W Y, An S L, Fan B, et al. Photoluminescence and cathodoluminescence properties of a novel CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup> phosphor. Chin Sci Bull, 2012, 57, doi: 10.1007/s11434-011-4938-5

溶液, 置于 100 mL 烧杯中形成硝酸混合液. 在磁力 搅拌下,将硝酸盐混合液滴加到 25 mL 草酸溶液(1 mol/L). 通过 25%的氨水调节 pH 为 10~12. 反应 4 h 后,经过过滤、去离子水和乙醇洗涤、80℃真空干燥 4 h 后得到白色物质. 最后, 将白色物质在 1100℃下 煅烧 3 h 后得到所需荧光粉 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>. 为 了与样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>进行对比,本文采用 Pechini 溶胶-凝胶法制备 LaOCl:2%Dy3+荧光粉<sup>[11]</sup>.

(ii) 样品表征. 通过 JEOL JSM-6700F 场发射 扫描电子显微镜(FE-SEM)对样品的形貌进行观察; 利用 Mastersizer 2000 测试样品的粒径分布;采用日 本理学 D/max-ⅢB 型 X-射线衍射仪对样品进行物相 分析,以铜为靶材料,波长为 0.15405 nm,管电压为 35 kV, 管电流为 60 mA; 利用日立 F-4500 荧光光谱 仪测试样品的光致发光光谱(PL),光源为150W 氙灯. 样品的阴极射线发光性能是在一个超高真空室 (<8.0×10<sup>-4</sup> Pa)中, 通过日立 F-4500 荧光光度仪作为 接收器来测试样品的发射光谱,其中,测试电压为 1~6 kV, 灯丝电流可调. 所有测试均在室温下进行.

#### 结果与讨论 2

图 1 和 2 分别为样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的 FE-SEM 和粒度分布. 由图 1 可见, 样品由一些黏结在一 起的近球形颗粒组成,有轻微的团聚现象.结合图 2, 样品的粒度分布范围比较窄, 平均粒径约为 1.0 µm. 根据我们的实践经验,这些性能有利于FEDs的涂屏.

样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的 XRD 与 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 的标准 JCPDS (No.39-1127)的比较见图 3. 样品的衍 射峰位置与 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 的标准卡非常吻合.3 个强



图 1 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的 FE-SEM 照片



图 2 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的粒度分布

峰的 20 值为 30.283°, 35.655°和 50.069°, 分别对应于 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> (JCPDS No.39-1127)的(311), (420)和(422) 晶面,没有其他杂质峰的出现,这说明Dy<sup>3+</sup>离子完全 进入到 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 晶格中. 普遍认为, 当离子半径相 近、价态相同时,不同离子之间会相互取代.在 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>的晶格中, La<sup>3+</sup>离子与8个氧离子配位, 占 据C<sub>s</sub>格位.因为Dy<sup>3+</sup>(配位数 N=8,半径 r=102.7 pm) 和 La<sup>3+</sup>(N=8, r=116 pm)具有相近的半径和相同的价 态, 所以 Dy<sup>3+</sup>取代 La<sup>3+</sup>并占据 C, 格位<sup>[12,13]</sup>. 根据 chekcell 软件(Collaborative Computational Project Number 14 (CCP14); http://www.ccp14.ac.uk/ccp/webmirrors/Imgp-laugier-bochu/)计算, 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>: 5%Dy<sup>3+</sup>的晶胞参数为 a=11.249 Å, c=5.251 Å, V= 664.5 Å<sup>3</sup>. 与 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>标准卡(JCPDS No.39-1127, a=11.252 Å, c=5.273 Å, V=667.2 Å<sup>3</sup>)相比, 样品的晶



图 3 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的 XRD 图与 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub> 标准卡 JCPDS (No.39-1127)图

胞参数相对较小, 这是由于 La<sup>3+</sup>被较小半径 Dy<sup>3+</sup>取 代造成的.

图 4 为样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的激发光谱(*λ*<sub>em</sub>= 573 nm). 由图 4 可见,激发光谱由一些锐利峰组成, 其中,以349 nm激发为主. 很明显,这些激发峰对应 于 Dy<sup>3+</sup>的 f-f 特征跃迁,如 324,349,362,386,426 和 452 nm激发峰分别对应于 <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→<sup>5</sup>P<sub>3/2</sub>, <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→<sup>6</sup>M<sub>21/2</sub>, <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→<sup>6</sup>P<sub>7/2</sub>, <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→<sup>4</sup>I<sub>13/2</sub>, <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→<sup>4</sup>G<sub>11/2</sub> 和 <sup>6</sup>H<sub>15/2</sub>→ <sup>4</sup>I<sub>15/2</sub> 跃迁<sup>[14]</sup>. 由此可见,通过 UV 芯片和蓝光芯片, 可以将这些激发能转变为可见光.

图 5 为样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的发射光谱( $\lambda_{ex}$ = 349 nm). 发射光谱仅由 Dy<sup>3+</sup> 4f<sup>9</sup>电子组态的 f-f 跃迁 形成,即在蓝色区域的 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>→<sup>6</sup>H<sub>15/2</sub> (476, 487, 495 nm) 跃迁和黄色区域的 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>→<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub> (573 nm)跃迁. Dy<sup>3+</sup>的 磁偶极跃迁 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>→<sup>6</sup>H<sub>15/2</sub> 几乎不受晶体场的影响. 根 据选择定则 $\Delta J$ =2,受迫电子跃迁 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>→<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub> 属于灵 敏跃迁. 当 Dy<sup>3+</sup>占据低对称或无对称的格位时,将以 超敏跃迁 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>-<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub> 为主<sup>[15,16]</sup>. 因此,根据图 5 可知, Dy<sup>3+</sup>占据低对称或无对称的格位. XRD 分析表明, Dy<sup>3+</sup>占据低对称或无对称的格位. XRD 分析表明, Dy<sup>3+</sup>在基质 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>中占据 C<sub>s</sub>格位,因此,Dy<sup>3+</sup>的 对称性仍保持 C<sub>s</sub> 对称. 另外,当 Dy<sup>3+</sup>取代 La<sup>3+</sup>时, Dy<sup>3+</sup>半径略小于 La<sup>3+</sup>也会降低 Dy<sup>3+</sup>的对称性,有利 于 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>-<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub>跃迁,增强黄色发光.由此可见,Dy<sup>3+</sup>离 子占据非严格对称的格位.

图 6 为样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>和荧光粉 LaOCl: 2%Dy<sup>3+</sup>的 CL 光谱. 样品的 CL 光谱主要由位于 385 nm 宽带以及位于蓝色(470~500 nm)和黄色区域(560~600 nm)的 2个较强发射带组成. 其中,488 nm 为中心



图 4 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的激发光谱



图 5 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5% Dy<sup>3+</sup>的发射光谱



图 6 样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的 CL 光谱(加速电压为 1, 3, 5, 6 kV)和荧光粉 LaOCl:2%Dy<sup>3+</sup>的 CL 光谱(加速电压为 3 kV)

的蓝光发射和 576 nm 为中心的黄光发射分别对应于 Dy<sup>3+</sup>的  ${}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{15/2} \pi \, {}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{13/2}$ 跃迁. 385 nm 的宽 带发射归因于八面体 GaO<sub>6</sub>基团的自发光<sup>[3]</sup>和/或扭曲 Ga-八面体结构中 Ga 的  ${}^{4}T_{2B}$ 到  ${}^{4}A_{2}$ 能级跃迁<sup>[17]</sup>.除了 385 nm 宽带发射和  ${}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{15/2,13/2}$ 跃迁发射比例不 同外, CL 光谱和 PL 光谱有些相似.  ${}^{4}F_{9/2} \rightarrow {}^{6}H_{15/2,13/2}$ 跃 迁发射比例不同可能归因于仪器响应不同或 PL 和 CL 的发光机理不同.

在 PL 中, 紫外光或可见光被用来激发发光材料, 其激发能仅有 4~6 eV. PL 发光中心可以被紫外光直 接激发, 如 349 nm. 激发以后, 大部分能量传递到 Dy<sup>3+</sup>的 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub>能级, 最终表现出 Dy<sup>3+</sup>的特征发射, 如图 5 所示. 在此过程中, 晶体场的影响和 Dy<sup>3+</sup>的能级分 裂是不能被忽略的. 然而, 对于电子束激发的 CL 荧 光粉,发光方式有两种途径:(1)直接发光,(2)间接 发光[18]. 在加速电压的作用下, 阴极产生许多高达 几千电子伏的高能电子. 当它们与CL荧光粉作用时, 将会穿透到发光材料内部并进入到晶格中,产生离 化现象. 这个过程中将生成大量的二次电子, 二次电 子再经过离化形成更多的二次电子<sup>[19]</sup>. 当低能量的 电子与发光中心作用时,可能直接激发发光,即直接 发光. 另外, 通过碰撞, 在二次电子的形成中伴随着 大量电子-空穴对(electron-hole pairs, EHs)的生成. 这 些 EHs 不会很快在基质中直接复合, 它们会在基质 内部移动, 最终与发光中心或 Ga<sup>3+</sup>离子复合. 这样的 复合一旦形成,能量将通过谐振或准谐振的形式传 递给 Dy<sup>3+</sup>的 4f 能级上, 最终表现出 Dy<sup>3+</sup>的特征发射. 另外,这些能量也会引起电子从 Ga3+的 4A2 能级跃迁 到<sup>4</sup>T<sub>2B</sub>能级上,形成宽带发射.由此可见,在CL过 程中, Dy<sup>3+</sup>受晶体场的影响和自身能级的分裂显得不 那么重要.

根据图 6 可见, 在维持束流(50 mA)不变的情况 下,随着电压从 1.0 增加到 6.0 kV, CL 发光强度逐渐增 加,这是由于电子穿透深度不同造成的.根据电子穿透 深度公式  $L(Å)=250(A/\rho)(E/Z^{1/2})^n$ , n=1.2/(1-0.29lgZ), A 表示分子量,  $\rho$ 为荧光粉密度, Z 表示原子数或电子数, E 表示电压(kV)<sup>[20]</sup>.对于样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>, Z=226, A=500.15,  $\rho$ =4.974 g/cm<sup>3</sup>, 在 1.0, 3.0, 5.0 和 6.0 kV 激发下,电子的穿透深度分别为 0.9, 5.7, 39.1 和 78.0 nm.因此,随着电压的增加,电子的穿透深 度逐渐增加,将会有更多的发光中心被激发发光, CL 发光强度得到提高.

此外,对于 CL,不存在量子效率(q). 辐射效率 ( $\eta$ )定义为发光材料发射能量与接受能量的比例.发 光效率(L)定义和 PL 中发光效率的定义相同<sup>[21]</sup>,即为 辐射光通量与吸收能量的比例.在一般情况下,光通 量 $\phi(v)$ 为光谱功率分布与视觉函数曲线  $V(\lambda)$ 乘积的 积分,再乘以比例系数  $K_m^{[22]}$ .这说明, $\phi(\lambda)$ 与 CL 发 光强度(高度)成正比.因此,对于 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:Dy<sup>3+</sup>和 LaOCl:Dy<sup>3+</sup>荧光粉,辐射效率( $\eta$ )可以粗略地通过 CL 发光面积进行比较<sup>[3,11]</sup>.发光效率(L)可以粗略地通 过 CL 发光强度与视觉函数曲线  $V(\lambda)$ 乘积的积分.根 据图 6, CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>荧光粉(3 kV,曲线 b)的发 光面积高于 LaOCl:2%Dy<sup>3+</sup>荧光粉(3 kV,曲线 c). CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>荧光粉(3 kV,曲线 c).  $V(\lambda)$ 乘积的积分小于 LaOCl:2%Dy<sup>3+</sup>. 由此可知, 虽 然 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的发光效率(*L*)低于 LaOCl: 2%Dy<sup>3+</sup>, 但是辐射效率( $\eta$ )大于 LaOCl:2%Dy<sup>3+</sup>.

图 7(A)~(E)分别为样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>在 349 nm, 1.0, 3.0, 5.0 和 6.0 kV 激发下的 CIE 坐标.由 图 7 可见,样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>的色坐标接近于 白光区域.根据 PL 光谱,样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>作 为白光荧光粉应用于 UV 芯片和蓝光芯片中.相对于 黄色荧光粉 LaOCI:2%Dy<sup>[11]</sup>,在电子束激发下,样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>色坐标位于白光区域.所以,样 品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>也可以作为白色荧光粉应用于 场发射显示器(FEDs)中.

## 3 结论

通过化学共沉淀法制备了球形或近球形荧光粉 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>. FE-SEM 和激光粒度测试表明, 粒度分布较窄,以 1.0  $\mu$ m 为中心. XRD 分析说明, Dy<sup>3+</sup>完全进入到基质 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>的晶格中. PL 和 CL 光谱表明, Dy<sup>3+</sup>在晶格中占据非对称的格式,以 <sup>4</sup>F<sub>9/2</sub> →<sup>6</sup>H<sub>13/2</sub>跃迁为主.由于发光机理不同, PL 和 CL 光谱 稍有不同.样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>辐射效率高于黄 色荧光粉 LaOCI:2%Dy<sup>3+</sup>.在紫外光(349 nm)和低电 子束激发下(1.0~6.0 kV),样品 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>表 现出白光发射.这些优异的性能表明,此荧光粉可应 用于显示或照明领域,如 FEDs 和白光 LED 领域.



图 7 CaLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>:5%Dy<sup>3+</sup>和LaOCl:2%Dy 样品的 CIE 坐标

### 参考文献

- 1 Feng G, Jiang W H, Chen Y B, et al. A novel red phosphor NaLa<sub>4</sub>(SiO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>F:Eu<sup>3+</sup>. Mate Lett, 2011, 65: 110–112
- 2 Ding W J, Wang J, Zhang M, et al. A novel orange phosphor of Eu<sup>2+</sup>-activated calcium chlorosilicate for white light-emitting diodes. J Solid State Chem, 2006, 179: 3582–3585
- 3 Liu X M, Lin J. LaGaO<sub>3</sub>: A (A=Sm<sup>3+</sup> and/or Tb<sup>3+</sup>) as promising phosphors for field emission displays. J Mater Chem, 2008, 18: 221–228
- 4 Li L, Yang R X, Du Z, et al. Luminescent research of Sr<sub>5</sub>(PO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>Cl:Eu<sup>2+</sup> blue phosphor used for electron beam excitation. Chin Sci Bull, 2003, 48: 1558–1560
- 5 Xie R J, Li Y Q, Hirosaki N, et al. Nitride Phosphors and Solid State Lighting. New York: CRC Press, 2011. 184–194
- 6 Bandi V R, Nien Y T, Chen I G. Enhancement of white light emission from novel Ca<sub>3</sub>Y<sub>2</sub>Si<sub>3</sub>O<sub>12</sub>:Dy<sup>3+</sup> phosphors with Ce<sup>3+</sup> ion codoping. J Appl Phys, 2010, 108: 023111–023114
- 7 Yokota H, Yoshida M, Ishibashi H, et al. Cathodoluminescence of Ce-doped Gd<sub>2</sub>SiO<sub>5</sub> and Gd<sub>9.33</sub>(SiO<sub>4</sub>)<sub>6</sub>O<sub>2</sub> phosphor under continuous electron irradiation. J Alloy Compd, 2011, 509: 800–804
- 8 Ryba-Romanowski W, Gob S, Pisarski W A, et al. Investigation of Eu<sup>3+</sup> sites in SrLaGa<sub>3</sub>O<sub>7</sub>, SrLaGaO<sub>4</sub> and SrLaAlO<sub>4</sub> crystals. J Phys Chem Solids, 1997, 58: 639–645
- 9 Chen L M, Liu G C, Liu Y N, et al. Synthesis and luminescence properties of YVO<sub>4</sub>:Dy<sup>3+</sup> nanorods. J Mater Process Tech, 2008, 198: 129–133
- 10 Shinde K N, Nagpure I M, Dhoble S J, et al. Dy<sup>3+</sup> emission in M<sub>5</sub>(PO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>F (M=Ca, Ba) phosphor. Indian J Phys, 2009, 83: 503–509
- 11 Li G G, Li C X, Zhang C M, et al. Tm<sup>3+</sup> and/or Dy<sup>3+</sup> doped LaOCl nanocrystalline phosphors for field emission displays. J Mater Chem, 2009, 19: 8936–8943
- 12 Caponetti E, Saladino M L, Serra F, et al. Co-precipitation synthesis of Nd:YAG nano-powders: The effect of Nd dopant addition with thermal treatment. J Mater Sci, 2007, 42: 4418–4427
- 13 苏锵. 稀土化学. 郑州: 河南科学技术出版社, 1993. 8-12
- 14 Omkaram I, Buddhudu S. Photoluminescence properties of MgAl<sub>2</sub>O<sub>4</sub>:Dy<sup>3+</sup> powder phosphor. Opt Mater, 2009, 32: 8–11
- 15 Vengala R B, Buddhudu S. Emission analysis of Dy<sup>3+</sup>:Ca<sub>4</sub>GdO(BO<sub>3</sub>)<sub>3</sub> powder phosphor. Spectrochim Acta A, 2008, 71: 951–953
- 16 Meng J X, Yang C T, Chen Q Q. Photoluminescence characterization of Ce<sup>3+</sup> and Dy<sup>3+</sup> doped Li<sub>2</sub>CaGeO<sub>4</sub> phosphors. J Lumin, 2010, 130: 1320–1323
- 17 Yang S H. Indium- and tungsten-doped ZnGa<sub>2</sub>O<sub>4</sub> phosphor. J Electron Mater, 2004, 33: 1-4
- 18 Ozawa L. Cathodoluminescence and Photoluminescence: Theories and Practical Applications. New York: CRC Press, 2007. 8-9
- 19 Yang J, Zhang C M, Li C X, et al. Energy transfer and tunable luminescence properties of Eu<sup>3+</sup> in TbBO<sub>3</sub> microspheres via a facile hydrothermal process. Inorg Chem, 2008, 47: 7262
- 20 Liu X M, Yan L S, Lin J. Synthesis and luminescent properties of LaAlO<sub>3</sub>:RE<sup>3+</sup> (RE=Tm, Tb) nanocrystalline phosphors via a sol-gel process. J Phys Chem C, 2009, 113: 8478–8483
- 21 Blasse G, Grabmaier B C. Luminescence Materials. Berlin: Springer-Verlag Telos, 1994. 84-86
- 22 Flesch P. Light and Light Sources: High-Intensity Discharge Lamps. Berlin, New York: Springer-Verlag, Berlin Heidelberg, 2006. Chapter 1