文章编号: 0253-2239(2010)03-0844-05

Eu²⁺, Dy³⁺(Gd³⁺)共掺杂 CaSi₂N₂O₂ 荧光粉发光性质

苏醒宇 鞠海东 叶仁广 华有杰 徐时清

(中国计量学院材料科学与工程学院,浙江杭州 310018)

摘要 在还原气氛下采用高温固相法合成了白光发光二极管(LED)用荧光粉 $Ca_{0.98-y}Si_2N_2O_2:0.02Eu^{2+}, yM^{3+}$, 其中 M 为 $Gd(1\% \sim 12\%)$ 或者 $Dy(0.25\% \sim 6\%)$ 。利用 X 射线衍射仪分析其物相结构,发现稀土离子的掺入并没 有改变其主晶相,仍为单斜结构。利用荧光分光光度计测试并分析激发光谱与发射光谱,样品在 380 nm 处有很宽 的激发谱带,在位于 550 nm 处存在很宽的发射谱带,此发射谱归因于 Eu^{2+} 离子 5d-4f 的电子跃迁。 Dy^{3+} 与 Gd^{3+} 离子对 Eu^{2+} 发光具有明显的敏化作用: Dy^{3+} 的摩尔分数为 1%时,发光强度增加 39%,达到最大值; Gd^{3+} 则在摩尔 分数为 6%时,发光强度最强,增强了 43%。并根据掺杂离子的能级特点对其发光微观机制进行了初步探讨。 关键词 光学材料; $CaSi_2N_2O_2$; 固相法; 荧光粉; Eu^{2+} ; Dy^{3+} ; Gd^{3+} ; 双掺

中图分类号 O482.3 **文献标识码** A **doi:** 10.3788/AOS20103003.0844

Luminescence Properties of $CaSi_2N_2O_2$: Eu^{2+} Phosphors Codoped with Dy^{3+} or Gd^{3+}

Su Xingyu Ju Haidong Ye Renguang Hua Youjie Xu Shiqing

(College of Materials Science and Engineering, China Jiliang University, Hangzhou, Zhejiang 310018, China)

Abstract CaSi₂ N₂ O₂ codoped with 2% Eu (fixed) and varying M concentrations (Gd: 1% \sim 12%, Dy: 0.25% \sim 6%) for white LED are prepared by solid-state synthesis method. Crystalline phase is investigated by powder X-ray diffractormeter (XRD), and it is found That, the Eu, M-codoped Ca_{1-y} Si₂ N₂ O₂ phosphors have the monoclinic structure. Excitation spectra and emission spectra are investigated by spectrometer. The results indicate that there is a broader emission band centered at 550 nm when excited by 380 nm, which was ascribed to the electronic transition of the Eu²⁺. Dy³⁺ and Gd³⁺ ions successfully play the role of sensitizer for energy transfer in the system. The addition of M remarkably enhances the luminescent intensity by the factor of 139% and 143% for Dy and Gd respectively. The luminescence mechanism of phosphors codoped with Dy³⁺ or Gd³⁺ ions is also investigated. **Key words** optical materials; CaSi₂ N₂ O₂; solid-state synthesis method; phosphors; Eu²⁺; Dy³⁺; Gd³⁺; codoped

1 引 言

白光发光二极管(LED)具有体积小、发热量低、 耗电量小、寿命长、反应速度快、环保以及可平面封 装等优点^[1,2],在特种照明、液晶显示以及普通照明 等方面显示出巨大的应用前景。目前,获取白光 LED的途径有光转换、多色 LED 芯片组合^[3,4]、多 量子阱^[5]等。综合技术、工艺和生产成本等因素,目 前最易实现产业化的是光转换型白光 LED。1997 年日亚公司首次报道了 Y₃Al₅O₁₂:Ce³⁺(YAG:Ce) 黄色荧光材料与蓝光 InGaN 芯片组合的白光发射 装置^[6]。YAG:Ce 荧光粉是目前白光 LED 上使用 最多的一种粉体,但是该粉体显色性较差,发光效率 随着温度的增加急剧降低^[7~9],器件的寿命短。最 近出现的氮氧化物荧光粉则表现出良好的热学、化

基金项目:国家自然科学基金(60508014,50772102)、教育部新世纪优秀人才支持计划(NCET-07-0786)和浙江省自然科 学基金(R406007)资助项目。

作者简介:苏醒宇(1985-),男,本科,主要从事发光材料方面的研究。E-mail: woshisu30@yahoo.com.cn

导师简介:徐时清(1975-),男,博士,研究员,主要从事发光材料方面的研究。E-mail: sxucilu@hotmail.com(通信联系人)

收稿日期: 2009-08-06; 收到修改稿日期: 2009-11-11

学稳定性以及与 LED 芯片的匹配性。

Li 等^[10] 制备出一系列氧氮化物荧光粉 MSi₂O₂₋₈N_{2+2/38}: Eu²⁺ (M为Ca,Sr,Ba),其中 CaSi₂O₂N₂: Eu²⁺ 发射 550 nm 的黄光,SrSi₂O₂₋₈ N_{2+2/38}: Eu²⁺ (δ ~1)发射 530~570 nm 的黄-绿光, 而 BaSi₂O₂N₂: Eu²⁺ 发射 490~500 nm 的蓝-绿光。 CaSi₂N₂O₂: xEu²⁺ 放射 490~500 nm 的蓝-绿光。 CaSi₂N₂O₂: xEu²⁺ 的出现引起了我们的注意,主要 是由于其激发波长所处位置(320~460 nm)可以与 InGaN 基发光二极管发射蓝光匹配,从而使我们看 到了替代 YAG 的希望。CaSi₂N₂O₂ 优点较多,但 是它的光转换效率却比 YAG 低,所以我们采用双 掺杂的方式以期能改善Ca_{1-x}Si₂N₂O₂: xEu²⁺ 的光转 换效率。

本文利用高温固相反应法合成了 $Ca_{0.98-y}$ Si₂N₂O₂:0.02Eu²⁺, yM³⁺(M=Dy,Gd),通过X 射线衍射(XRD)仪分析其物相结构,通过荧光分光 计分析其激发光谱与发射光谱,探讨了 Dy³⁺,Gd³⁺ 对荧光粉发光性质的影响。

2 实 验

实验所用材料为 $CaCO_3$ (分析纯), SiO_2 (分析 纯), Si_3N_4 (99.9%), Eu_2O_3 (99.99%), Gd_2O_3 (99.99%)以及 Dy_2O_3 (99.99%), 按化学计量比称 取以上材料, 研磨均匀后置于坩埚内。利用高温固 相反应, 在还原气氛(5% H_2 , 95% N_2) 中于 1400 °C 下烧结 6 h, 得到荧光粉样品 $Ca_{0.98-y}Si_2O_2N_2$: 0. 02 Eu^{2+} , yM^{3+} (M为 Dy, Gd)。

采用 Thermo ARL XTRA 型 X 射线衍射仪 (辐射源为 Cu 靶 K $_{\alpha}$,40 kV,30 mA,扫描速度为 8°/min,步长0.02°,扫描范围 10°~80°) 测定样品 的粉末衍射图。用配备了 Xe 闪光灯的 Y-JFL3-211-p 分光光度计测定材料的激发光谱(扫描范围 是 300~550 nm)与发射光谱(扫描范围是 400~ 700 nm)。

3 结果与分析

Ca_{1-x-y} Si₂O₂N₂: xEu²⁺, yM³⁺ 的晶体结构 分析

图 1,2 是样品 CaSi₂O₂N₂:*x*Eu²⁺, *y*M³⁺(*x*, *y* 为摩尔分数)的 XRD 图,发现其晶相与 Li 等^[10]的 报导一致。CaSi₂O₂N₂ 为单斜晶系,其空间群为 *P*2/*m*。晶体中,每个氮原子连接了 3 个 Si 原子,同时 O 原子连接两个 Si 原子,形成以 SiON₃ 四面体互相连

接的网状结构,金属离子镶嵌于其中^[11]。Ca²⁺处在 一个由 6 个氧离子结合成的扭曲的三棱柱结构之中, 其中 的每 个 氧离子都 归属于 SiON₃ 四 面体,在 CaSi₂O₂N₂ 中由于 Ca 离子半径为0.099 nm,而 Eu²⁺ 的离子半径为0.109 nm,大小十分接近,Eu²⁺易于进 入 Ca²⁺的空缺位置^[12~14]。由于 Gd³⁺(0.094 nm)和 Dy³⁺(0.091 nm)的离子半径接近于 Ca²⁺,并且与氧 离子、氮离子和硅离子的半径相差较大,所以 Gd³⁺ 和 Dy³⁺可能进入了基质中 Ca²⁺ 的空缺位置,具有 与 Eu²⁺相似的晶体场环境。



图 1 Ca_{1-x-y}Si₂O₂N₂:xEu²⁺,yDy³⁺的XRD对比图

Fig. 1 XRD pattern of Ca_{1-x-y} Si₂O₂N₂:xEu²⁺,yDy³⁺



图 2 $Ca_{1-x-y}Si_2O_2N_2$: xEu^{2+} , yGd^{3+} 的 XRD 对比图 Fig. 2 XRD pattern of $Ca_{1-x-y}Si_2O_2N_2$: xEu^{2+} , yDy^{3+}

sample

3.2 Ca_{0.98}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺ 谱图分析

图 3 是 $Ca_{0.98}Si_2O_2N_2:0.02Eu^{2+}$ 的激发光谱和 发射光谱。监测波长为 550 nm,得到位于 380 nm 的激发峰,激发谱谱带很宽,从 320 nm 延伸到 460 nm,属于 Eu^{2+} 的 d-f 跃迁,适合近紫外~蓝光 芯片激发,这意味着该类荧光粉在白光 LED 方面有 可能得到广泛的应用。

Ca_{0.98}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺在380 nm 近紫外光 激发下呈 d-f 跃迁宽带发射,发射光谱的最大峰 值位于550 nm,发射谱宽度宽,从510 nm延伸到



- 图 3 Ca_{0.98}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺激发光谱与发射光谱
- Fig. 3 Excitation spectra and emission spectra of Ca_{0.98} Si₂ O₂ N₂:0.02Eu²⁺

600 nm,可以与蓝光混合组成白光。

3.3 Ca_{1-x-y}Si₂O₂N₂:xEu²⁺, yDy³⁺ 发光性能分析

图 4 是 Eu²⁺, Dy³⁺ 共掺杂的 Ca_{0.98-y} Si₂O₂N₂: 0.02Eu²⁺, yDy³⁺ 激发光谱, 样品的激发光谱分布 没有随着 Dy³⁺含量的变化而变化, 但相对强度变化 显著, 说明 Dy 离子的增加引起吸收加强。由此可 见掺杂的 Dy³⁺对 Eu²⁺有明显的敏化作用。



图 4 Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺, yDy³⁺的激发光谱图 Fig. 4 Excitation spectra of Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺, yDy³⁺

图 5 为 Eu²⁺, Dy³⁺ 共掺杂的 Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂: 0.02Eu²⁺, yDy³⁺的发射光谱,以及发光强度与 Dy 掺杂摩尔分数关系图。从图中可以看出,当 Dy³⁺含 量较低时(y<0.01),随着 Dy³⁺含量的增加,导致 发光强度迅速增强,当含量增大到 0.01 时,发光强 度达到最大,相较不掺杂 Dy³⁺的 Ca_{0.98}Si₂O₂N₂: 0.02Eu²⁺其发光强度增加了 39%。发光增强的原 因可能是由于距离 Eu²⁺较近的 Dy³⁺在 Eu²⁺附近 形成一个空穴陷阱,该陷阱处于 Eu²⁺基态与激发态 之间。当样品被激发时,Dy³⁺捕获自由空穴,此时 只有一部分 Eu²⁺处于激发态,与此同时被捕获的空 穴将能量传递给部分未被激发的 Eu^{2+[15]},从而达 到增强发光的效果。当 Dy³⁺含量继续增加,发光强 度开始降低,出现了明显的摩尔分数猝灭现象。引 起摩尔分数猝灭的原因是由于 Dy³⁺ 量过高,距离 Eu²⁺较远的 Dy³⁺ 捕获空穴,从而降低了 Eu²⁺ 附近 的空穴陷阱摩尔分数所致,使得发光强度降低。



- 图 5 Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺, yDy³⁺的发射光谱图, 小图为 y 值与发光强度的关系图
- Fig. 5 Emission spectra of $Ca_{0.\,98\text{-y}}\,Si_2\,O_2\,N_2$: 0. $02Eu^{2+}$, yDy^{3+} and inset is emission intensity versus the Dy concentration

3.4 Ca_{1.xy}Si₂O₂N₂:xEu²⁺, yGd³⁺发光性能分析 图 6 是 Eu²⁺, Gd³⁺ 共掺杂的 Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂:

0.02Eu²⁺, yGd³⁺ 激发光谱,Gd³⁺ 摩尔分数小于 8.00%的时候其激发峰横坐标位置没有发生明显的 变化;当摩尔分数达到 8.00%的时候,光谱峰产生 了微小偏移,这可能是由于再吸收的作用。





 Gd^{3+} 发射在紫外区,而许多稀土离子在紫外区 有强烈吸收,因此 Gd^{3+} 也是很好的敏化剂。 Gd^{3+} 与 其它离子的能量传递已有研究,如在 $LiGdF_4$ 中 $Gd^{3+} \rightarrow Eu^{3+}$ 量子切割的能量传递现象^[16]。由于 Gd^{3+} 的能级很特殊,它可以与 Eu^{2+} 之间产生能量 传递,在 $Ca_{0.98-y}Si_2O_2N_2:0.02Eu^{2+}, yGd^{3+}$ 之中担 任能量传递的媒介,其原因是由于 Gd^{3+} 的⁶ $p_{7/2}$ 能级 与基态能级⁸ $s_{7/2}$ 之间的距离与 Eu^{2+} 的 $4f^6$ 5d 激发态 能级匹配,这个能量传递过程是偶极-偶极相互作 用^[17]。

图 7 所示为 Eu²⁺, Dy³⁺ 共掺杂的 Ca_{0.98-v} Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺, yGd³⁺的发射光谱以及发光强 度与 Gd 掺杂摩尔分数关系图。由图中可以看出, 当 Gd³⁺ 的掺杂摩尔分数为 6.00% 时, Eu²⁺ 的发射 峰强度达到最大,继续增大 Gd3+ 的摩尔分数,Eu2+ 的发光强度逐渐减弱。其原因可能是: Gd³⁺和 Eu²⁺的激发光谱存在着重叠,入射光同时被 Gd³⁺ 和 Eu²⁺ 吸收,即它们之间存在着竞争吸收,Gd³⁺ 的 引入对 Eu²⁺ 的发光产生了正反两方面的影响。 Gd^{3+} 到 Eu^{2+} 的能量传递可以增强 Eu^{2+} 的发光;而 Gd^{3+} 和 Eu^{2+} 的竞争吸收却减弱了 Eu^{2+} 的发光,所 以 Gd³⁺的掺入摩尔分数应有一个最佳值,在本实验 中,最佳摩尔分数为6.00%,发光强度增强了43%。 随着 Gd³⁺ 摩尔分数继续增加,它的竞争吸收比也增 加,Gd³⁺→Gd³⁺的能量传递增加,Eu²⁺自身吸收光 子数目减少;由于 Gd³⁺ 和 Eu²⁺ 都取代 Ca²⁺ 的格 位^[18], Gd³⁺和 Eu²⁺ 处于最邻近位置的几率减小, Gd^{3+} 到 Eu^{2+} 的能量传递几率相应降低,这两方面 导致 Eu²⁺ 发光强度降低。另外,在 Gd³⁺ 摩尔分数 的变化过程中,始终没有观察到 Gd³⁺的特征发射, 这可能有两个原因:一是 Eu²⁺ 的发射太强,在现有

的光谱测定条件下,Gd³⁺的发光被完全覆盖;二是 基质中存在某种猝灭中心,Gd³⁺→Gd³⁺的能量传递 最终猝灭于这些中心^[17]。



- 图 7 Ca_{0.98-y}Si₂O₂N₂:0.02Eu²⁺, yGd³⁺的发射光谱图, 小图为 y 值与发光强度的关系图
- Fig. 7 Emission spectra of $Ca_{0.\,98\text{-y}}\,Si_2\,O_2\,N_2$: 0. $02\,Eu^{2+}$, $yGd^{3+}\,and\,\,inset\,\,is\,\,emission\,\,intensity\,\,versus\,\,the}$ Gd concentration

4 结 论

本文采用高温固相法合成了 Eu^{2+} 和 M^{3+} (M 为 Gd, Dy) 共掺杂的 $CaSi_2N_2O_2$ 荧光粉, 分析了它 的物相结构, 研究了它的光谱特性。在 Ca_{1-x-y} $Si_2O_2N_2: xEu^{2+}, yM^{3+}$ 结构中, M^{3+} 与 Eu^{2+} 离子可 能进入了 Ca^{2+} 的位置。固定 Eu^{2+} 摩尔分数,改变 Dy^{3+} 或 Gd^{3+} 的摩尔分数,发现以 Dy^{3+} 或 Gd^{3+} 离子 对 Eu^{2+} 发光具有明显的敏化作用:在 Dy^{3+} 摩尔分 数为 0.01%,荧光粉的发光强度增加 39%;当 Gd^{3+} 摩尔分数为 0.06%,发光强度则增加 43%。 Dy^{3+} 或 Gd^{3+} 离子对 Eu^{2+} 发光的敏化作用是由离子之间 的能量传递引起的。 Gd^{3+} 的能量传递方式是偶极-偶极相互作用,而 Dy^{3+} 的能量传递是通过空穴陷阱 实现的。

参考文献

- Daniel A. Steigerwald, Jerome C. Bhat, Dave Collins et al.. Illumination with solid state lighting technology[J]. J. IEEE J. Selected Topics in Quantum Electronics, 2002, 8(2): 310~320
- 2 Yang Yi, Jin Shangzhong, Shen Changyu et al.. Spectral properties of alkaline earth composite silicate phosphors for white-LED[J]. Chinese J. Lumin., 2008, 29(5): 800~804
 杨 翼,金尚忠,沈常字 等. 白光 LED 用碱土金属硅酸盐荧光粉的光谱性质[J]. 发光学报, 2008, 29(5): 800~804
- 3 Narendran N., Maliyagoda N., Deng L. et al.. Characterizing LEDs for general illumination applications. Mixed-color and phosphor-based white sources[C]. SPIE, 2001,4445: 137~147
- 4 S. Muthu, F. Schuurmans, M. Pashley. Red, green, and blue LEDs for white light illumination[J]. *IEEE Journal of Selected Topics in Quantum Electronics*, 2002, 8(2): 333~338
- 5 D. Xiao, K. W. Kim, S. M. Bedair *et al.*. Design of white light-emitting diodes using InGaN/AlInGaN quantum-well structures [J]. *Appl. Phys. Lett.*, Feb. 2004, vol. 84: 672~674
- 6 Zheng Daishun, Qian Keyuan, Luo Yi. Fabrication and luminescence characteristics studies of the highpower white LEDs with low t_c and high R_a[J]. Journal of Optoelectronics • Laser, 2006, 17(12): 1422~1426

郑代顺,钱可元,罗 毅. 低色温高显色性大功率白光 LED 的制备及其发光特性研究[J]. 光电子·激光, 2006, **17**(12): 1422~1426

- 7 Li Huijuan, Shao Qiyue, Dong Yan et al.. The Thermal Quenching of YAG: Ce3+Phosphors for White LED Application [J]. Chinese J. Lumin., 2008, 2006, 29(6): 994~998
 李薏娟,邵起越,董 岩等. 白光 LED 用 YAG: Ce3+荧光粉的 温度猝灭性质[J]. 发光学报, 2008, 29(6): 994~998
- 8 Park J. K., Kim C. H., Park S. H. et al.. Application of strontium silicate yellow phosphor for white light-emitting diodes [J]. Appl. Phys. Lett., 2004, 84: 1647~1649
- 9 Zhang Kai, Liu Hezhou, Wu Yating et al.. Temperature dependence of luminescence and decay time of YAG: Ce nanophosphor[J]. Journal of Inorganic Materials, 2008, (05): 1054~1048

张 凯,刘河洲,仵亚婷 等. YAG:Ce 纳米荧光粉发光的温度依赖特性 [J]. 无机材料学报,2008,(05):1054~1048

- 10 Y. Q. Li, A. C. A. Delsing, G. de With *et al.*. Luminescence properties of Eu²⁺-activated alkaline-earth silicon-oxynitride MSi₂O_{2-a}N_{2+2/3a} (M=Ca, Sr, Ba): a promising class of novel LED conversion phosphors [J]. *Chem. Mater.*, 2005, 17: 3242~3248
- 11 Liu Ruxi, Liu Yuheng. Introduction Of Oxynitride Phosphors For Light Emitting Diodes[M]. Taiwan: Quanhua Press, 2006, (3-1~3-24)
 刘如熹,刘宇桓.发光二极管用氮氧化物介绍[M].台中:全华 图书, 2006, (3-1~3-24)

- 12 Henning A. Hoppe, Florian Stadler, Oliver Oeckler et al.. CaSi₂O₂N₂-A novel layer silicate[J]. Chem. Int. Ed., 2004, 43: 5540~5542
- 13 Juliane A. Kechele, Oliver Oeckler, Florian Stadler *et al.*. Structure elucidation of BaSi₂O₂N₂-A host lattice for rare-earth doped luminescent materials in phosphor-converted (pc)-LEDs [J]. Solid State Sciences, 2009, 11(2): 537~543
- 14 Oliver Oeckler, Florian Stadler, Tobias Rosenthal et al.. Real structure of $SrSi_2O_2N_2$ [J]. Solid State Sciences, 2007, $205 \sim 212$
- 15 H. Ryu, K. S. Bartwal. Exploration and optimization of Dy codoping in polycrystalline CaAl₂O₄: Eu[J]. Journal of Alloys and Compounds, 2009, 46(1~2): 379~382

- 16 Wegh R. T., Donker H., O skam K. D.. Visible quantum cutting in LiGdF4: Eu³⁺ through downconversion[J]. Science, 1999, 283(29): 663~666
- 17 Jia Zhihong, Li Hong, Ye Zeren et al.. Gd³⁺ → Eu²⁺ Energy Transfer in BaLiF3: Eu, Gd[J]. Chemicai Journal of Chinese Universities, 2002, 23(3): 349~352
 贾志宏,李 竑,叶泽人等. BaLiF3: Eu, Gd 中 Gd³⁺→Eu²⁺的 能量传递[J]. 高等学校化学学报, 2002, 23(3): 349~352
- 18 Abraham M. M., Finch C. B., Kolopus J. L. et al.. Electron paramagnetic resonance of several rare-earth impurities in the cubic perovskite KMgF₃ [J]. Phys. Rev. B, 1971, 3 (9): 2855~2864