**doi**:10.3788/gzxb20174609.0916001

# CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS(核/壳)量子点的光谱截面 及其掺杂光纤的传光特性

程成<sup>1,2</sup>,黄媛<sup>1</sup>,姚建华<sup>2</sup>

(1浙江工业大学光电子智能化技术研究所,杭州 310023)(2浙江省高端激光制造装备协同创新中心,杭州 310014)

摘 要:测量了不同组份比例 x 的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS(核/壳)量子点的吸收谱和发射谱,确定了量子点的 吸收系数、吸收截面和发射截面.量子点吸收截面随粒径的增大而增大、随 x 的增大而减小.采用紫外固 化胶,制备了掺杂浓度为  $0.1\sim5$  mg/mL 的 CdS<sub>0.4</sub>Se<sub>0.6</sub>/ZnS 量子点光纤,测量了不同掺杂浓度量子点光 纤中 473 nm 泵浦功率的吸收衰减速率.吸收衰减速率和吸收截面弱关联于掺杂浓度.测量了光致荧光 光谱强度随光纤长度和量子点浓度的变化.量子点光纤的光致荧光峰值强度随掺杂浓度和光纤长度变 化而变化,且存在一个与最大峰值强度对应的饱和掺杂浓度和光纤长度.本文的实验结果有助于进一步 构建新型的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点增益型光电子器件.

关键词:CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS量子点;吸收截面;光致荧光光谱;量子点掺杂光纤;量子点光纤传光特性 中图分类号:O433.4 **文献标识码:**A **文章编号:**1004-4213(2017)09-0916001-8

# Spectra Cross-sections of $CdS_xSe_{1-x}/ZnS(core/shell)$ Quantum Dots and Photoluminescent Transmission of the Doped Fiber

CHENG Cheng<sup>1,2</sup>, HUANG Yuan<sup>1</sup>, YAO Jian-hua<sup>2</sup>

 $(1\ Institute\ of\ Intelligent\ Optoelectronic\ Technology\,,\ Zhe jiang\ University\ of\ Technology\,,$ 

Hangzhou 310023, China)

(2 Zhejiang Provincial Collaborative Innovation Center of High-end Laser Manufacturing Equipment, Hangzhou, 310014, China)

Abstract: The absorption coefficient, absorption and emission cross-sections of  $CdS_x Se_{1-x}/ZnS$  (core/ shell) Quantum Dots (QDs) were determined by measuring absorption-emission spectra of the QDs with different composition ratio x. The absorption cross-section of QDs shows an increase with the increase of QD size, and shows a decrease with the x increase. In addition,  $CdS_{0.4} Se_{0.6}/ZnS$  QDs doped fibers are prepared in a solid fiber core of ultraviolet gel in the doping concentration of  $0.1 \sim 5 \text{ mg/mL}$ . The absorption decay rate of 473 nm laser pumped into the QDs doped fiber are measured for different doping concentrations. There is evidence to show that the absorption-decay rate and the cross-section are weakly associated with the doping concentration, and the photoluminescence-peak intensity of the doped fiber varies with the fiber length and the doping concentration. There is a saturating doping concentration and desired fiber length corresponding to the maximum photoluminescent intensity. The experimental results provide a support for development of  $CdS_x Se_{1-x}/ZnS$ -QDs doped photoelectronic devices in the future.

Key words:  $CdS_xSe_{1-x}/ZnS$  quantum dots; Absorption cross-section; Photoluminescence spectrum; Quantum dot doped fiber; Transmission of the doped fiber

OCIS Codes: 160.4236; 300.6500; 250.5230; 160.2290

基金项目:国家自然科学基金(Nos. 61274124, 61474100)资助

**第一作者**:程成(1953-),男,教授,博士,博士生导师,主要研究方向为量子点光纤放大器以及激光器等.Email:chengch@zjut.edu.cn 通讯作者:黄媛(1993-),女,硕士研究生,主要研究方向为纳米晶体量子点.Email:963041325@qq.com 收稿日期:2017-05-03;录用日期:2017-05-27

# 0 引言

与稀土离子相比,半导体量子点由于其量子点尺寸效应以及吸收峰蓝移,具有发射谱波长可调、量子产率高、发光强度强等优点,近年来受到了人们的极大关注<sup>[1,2]</sup>.量子点的粒径大小对制备过程中的技术方法(如反胶团合成<sup>[3]</sup>、超声电化学法<sup>[4]</sup>)和条件相当敏感,因而即使采用相同的方法,不同批次也会产生略有不同中心粒径的量子点,发光效率也有偏差,因而给量子点光电子器件(例如激光器)的实际研制带来了困难.随着人们对量子点稳定性及准确波长要求的提高,近年来,三元量子点引起了人们的关注.Salim 等<sup>[5]</sup>研究了不同配位溶剂中生长的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>纳米晶体光学和结构的性质,测量了不同配位溶剂下摩尔质量比 Cd:Se:S为1:0.12:3 的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub> 量子点的吸收峰值位置,测量了不同 Se、S 比例时所对应的光致荧光(Photoluminescence, PL)峰值波长.Pan 等<sup>[6]</sup>通过控制反应的温度得到了不同组份比例的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub> 纳米 带,并测量了其 PL 辐射光谱,得到了不同比例 x 对应的 PL 辐射波长.Adegoke 等<sup>[7]</sup>报道了 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub> 核量子点的量子产率达到 69%,其 PL 谱展示出了很好的稳定性.三元量子点可通过调控其组份比例来改变其带隙能,从而改变量子点吸收和荧光波长,并具有发光效率稳定的特点,为人们准确调控量子点波长和稳定发光效率增加了一种手段,这给量子点器件应用带来了巨大的前景.

对于光电子器件,增益介质的吸收和发射截面是重要的物理量,由光谱吸收和发射截面,可确定产生光 学增益的阈值和激励阈值等关键参量.对于 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS(核/壳)量子点的光谱截面,目前有少量的研究 报道.例如,Wu 等<sup>[8]</sup>测量了吸收峰值波长 532 nm 处的 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS(x=0.79)量子点的吸收和 PL 光谱, 得到了量子点的吸收截面为  $1.26 \times 10^{-16}$  cm<sup>2</sup>.然而,由于不同组份和不同粒径都会影响量子点的吸收截面和 发射截面,而目前尚没有不同组份和不同粒径对 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点的吸收和辐射截面的研究报道,因 而给其应用带来了困难.此外,关于 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点掺杂光纤(Quantum Dot Fiber, QDF)的光传输 特性的研究,国内外也没有相关报道.

本文测量了不同组份比例 *x* 的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点吸收谱和 PL 辐射谱,确定了量子点的吸收系数、 吸收截面和发射截面随波长的变化规律,得到了量子点吸收截面和发射截面随量子点粒径与组份比例 *x* 之 间的关系.将 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS(*x*=0.4)量子点离散在紫外(Ultraviolet,UV)固化胶中,灌入空芯光纤,制成 了以 UV 胶为本底的 QDF.测量了 QDF 对 473 nm 泵浦功率的吸收速率和 PL 辐射谱随光纤长度和量子点 浓度的变化,并对其原因进行了分析.本文工作是 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点光谱特性的基础性工作,对今后进 一步将其制备成增益型器件具有积极意义.

## 1 实验材料与方法

#### 1.1 实验材料与制备

 $CdS_xSe_{1-x}/ZnS(核/壳)$ 量子点由杭州纳晶科技股份有限公司提供,量子点分散在甲苯中,原始质量浓度为5 mg/mL.为了方便,在不特别涉及比例系数 x 的情况下,我们以 x = 0.4 为例进行讨论,并略去下角标 x.



(a) TEM image with the graduation of 5 nm



(b) TEM image with the graduation of 20 nm

图 1 离散在甲苯中的 CdSSe/ZnS 量子点的 TEM 图 Fig.1 TEM images of CdSSe/ZnS QDs dispersed in toluene

#### 0916001-2

由高分辨透射电子显微镜(Transmission Electron Microscope, TEM)(Tecnai G2 F30 S-Twin 型,荷兰 Philips-FEI公司),测量得到量子点核壳总直径约为12.5 nm(图1).其中图1(a)显示量子点内部有超精细的 晶格结构,由图1(b)可见样品中量子点的粒径大小基本一致,分布均匀.

实验采用的 UV 胶为 NOA-61 型(美国 Norland 公司),其固化收缩率极低,折射率略高于光纤包层,在可见光波段吸收率很低<sup>[9]</sup>,适合作为光纤本底材料.

实验室量子点 UV 胶溶液的配制分为三步:先用微型移液器(法国 Gilson)取出不同体积的 CdSSe/ZnS 量子点原溶液,与一定量的 UV 胶同时置于旋转蒸发仪(RE-52A 型,巩义市予华仪器有限公司)中.在高纯 氩惰性气体保护环境中,根据沸点差异,对其进行隔氧(持续通入氩气)蒸发.在甲苯蒸发掉的同时,使量子点 溶于 UV 胶中.然后,在超声振荡器中(KQ-50E 型,昆山市超声仪器有限公司)振荡,使其混合均匀后移至洁 净的棕色试剂瓶中,配制成不同浓度的量子点 UV 胶体.为了找到量子点 PL 峰值强度与光纤长度和掺杂浓 度的关系,需使量子点达到受激辐射的密度阈值及以上,实验制备的掺杂质量浓度为 0.1~5 mg/mL,分别 选取 0.1、0.3、0.4、0.5、0.6、0.8、1.0、3.0、5.0 mg/mL 等浓度进行处理.

实验采用的 QDF 为自行设计制备.采用压力差方式,空芯光纤(132/170 μm,纤芯/包层)一端连接真空 泵,另一端连接装有量子点胶体的压力装置,整个装置处于密封状态,将量子点胶体缓慢匀速地灌入空芯光 纤.然后,用紫外灯对光纤照射处理 5~10 min,使 UV 胶固化,制备成长度为 20 cm、掺杂浓度不同的固态纤 芯 QDF.

### 1.2 测量

第一步先进行量子点吸收光谱和 PL 光谱测量.吸收光谱的测量采用紫外可见近红外分光光度计(UV-3600型,日本岛津公司,可测范围为 200~2600 nm,扫描精度为 1 nm).实验过程是:先在参比池和样品池中 放入装有 UV 胶本底的石英比色皿,选择在 300~800 nm 范围内扫描基线,以便去掉本底 UV 胶的影响.再 在参比池和样品池中分别放入本底材料和 CdSSe/ZnS 量子点 UV 胶溶液进行测量,得到量子点的吸收谱. 量子点 PL 光谱测量采用稳态/瞬态荧光光谱仪(FLS920型、FLS980,英国爱丁堡公司).测量在室温下进行.

第二步进行 QDF 的吸收以及 PL 光谱的测量,实验安排如图 2.激励光源为波长473 nm、输出功率 100 mW的半导体激光器(MBL-Ⅲ-100型,长春新产业光电技术有限公司),通过 20 倍聚焦物镜将激光束聚 焦到裸光纤(50/125 μm,纤芯/包层)中.对光纤端面进行抛光等处理后,在入射端 A 处用光纤对插的方式连 接,将激励光导入到 QDF 中.其中插入损耗约为-5 dB.B 点为光纤出射端,通过透镜(*f*=18)聚焦到光纤光 谱仪(TS100A型,分辨率为 0.4 nm,北京中西远大科技有限公司)或者光功率计(1830-c型,Newport 公司),测量 QDF 的 PL 光谱和泵浦光功率变化情况.QDF 在 A 端用热熔胶密封, B 端做成活动,可由外向内 压缩缩短,以便在其它条件不变的情况下获得不同的光纤长度.通过测量不同掺杂浓度 QDF 的 PL 峰值光强与掺杂浓度之间的关系,找到适用的掺杂浓度.



图 2 QDF 测量实验示意图 Fig.2 Schematic diagram of QDF measurement

# 2 实验结果与讨论

## 2.1 量子点吸收谱和辐射谱

图 3 为实测的 CdSSe/ZnS 量子点(浓度 c = 0.5 mg/mL)的吸收谱和 PL 谱.由图 3 可见,量子点存在两个吸收带,第一吸收峰波长  $\lambda_{a1} = 623 \text{ nm}$ ,第二吸收峰波长  $\lambda_{a2} = 595 \text{ nm}$ .PL 发射谱呈单峰,表明荧光辐射从单一上能带跃迁到基态.PL 峰波长  $\lambda_e = 635 \text{ nm}$ ,发射峰与第一吸收峰波长之间的斯托克斯频移为 12 nm,荧光谱的半高全宽为 23 nm.

由图 3 可知, CdSSe/ZnS 量子点的能级结构为 四能级系统,能级和结构示意图示见图 4,图 4(b)中  $\sigma_a$ 、 $\sigma_e$ 分别是吸收截面和发射截面,  $A_{42}$ 、 $A_{32}$ 、 $A_{21}$ 分 别为能级 4→2、3→2、2→1的跃迁几率.在泵浦光的 激励作用下,量子点吸收泵浦光能量后,电子从价带 顶部附近(基态)被激励到导带中较高的能级 3、4, 对应于<sup>1</sup>P<sub>h</sub>-<sup>1</sup>S<sub>e</sub>, <sup>1</sup>S<sub>h</sub>-<sup>1</sup>P<sub>e</sub>和<sup>1</sup>P<sub>h</sub>-<sup>1</sup>P<sub>e</sub>吸收跃迁.能级 3、 4 的带内弛豫极快(~6 ps<sup>[10]</sup>),电子通过带内无辐 射跃迁快速布居到能级 2,从能级 2 跃迁返回价带 同时辐射出荧光光子(中心波长 635 nm).由于导带 能级 3 和 4 的弛豫速率极快,处于能级 3 和 4 上的 粒子几乎为零,因此, CdSSe/ZnS 量子点的四能级 系统实际上可用二能级近似来描述.



图 3 测量的 CdSSe/ZnS 量子点的吸收谱和发射谱 Fig.3 Measured absorption and PL-emission spectra of CdSSe/ZnS QDs dispersed in UV



(a) Structure diagram of CdSSe/ZnS QD

(b) Leve diagram of the CdSSe/ZnS QD



由实测量子点的吸收和发射谱,得到量子点的吸收系数、吸收截面和发射截面.测量的光强变化满足 Lambert-Beer 定律

$$I = I_0 \exp\left(-\alpha L\right) \tag{1}$$

式中  $I_0$  是入射光强,  $\alpha$  为量子点的吸收系数, L 为光穿过样品的光程. 实验中, 光程 L = 5 mm, 第一吸收峰值 波长( $\lambda_{a1} = 623 \text{ nm}$ )处的  $I/I_0 = 0.91$ , 由式(1)可得  $\alpha = 0.45 \text{ cm}^{-1}$ . 由吸收截面  $\sigma_a = \alpha/n_q (n_q)$  为量子点数密 度), 可得  $\lambda_{a1}$ 处的吸收截面为  $\sigma_a = 2 \times 10^{-16} \text{ cm}^2$ .

对于发射截面,由于量子点导带内的弛豫速率极快,导带内的粒子数密度分布很快达到平衡,因此,辐射和吸收之间满足 Mc Cumber 关系<sup>[11]</sup>,即

$$\sigma_{\rm e}(\nu) \approx \sigma_{\rm a}(\nu) \exp\left(\frac{E_{21} - h\nu}{kT}\right) \tag{2}$$

式中  $E_{21}$ 为跃迁平均跃迁能,当 $h\nu_0 = E_{21}$ 时, $\sigma_a = \sigma_e$ ,该跃迁能可通过第一吸收峰强度和辐射峰强度的归一化,由两者截面的交点来确定.由图 3 可知  $E_{21} = 1.97$  eV.由测量的 $\lambda_{a1}$ 处的吸收截面 $\sigma_a$ ,可得对应波长处的发射截面  $\sigma_e = 8.4 \times 10^{-17}$  cm<sup>2</sup>.于是,根据图 3 实测的整个谱带的吸收谱和发射谱,即可确定谱带内量子点的吸收截面和发射截面的大小.截面大小的定标示于图 3 的纵坐标刻度.

#### 2.2 吸收系数和吸收截面随组份比例 x 的变化

图 5 为测量得到的不同组份比例的 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点的吸收谱.由图 5 可见,第一吸收峰值波长  $\lambda_{a1} = 500,560,600,623$  nm.根据 Perna<sup>[12]</sup>关于吸收峰值波长和 x 的关系,可以得到其对应的组份比例 x = 0.9,0.8,0.55,0.4.

由图 5 可进一步确定不同 x 所对应的吸收截面,结果见图 6.由图 6 可见,CdS $_x$ Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点的吸收截面随 <math>x 增大呈指数减小.图中圆点是 Wu<sup>[8]</sup>测量的 x = 0.79 时的吸收截面,截面值与本文的结果相当接近.</sub>



图 5 不同组份比例 x 的 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS 的吸收谱

Fig.5 Absorption spectra of  $CdS_x Se_{1-x}/ZnS$  with the various component ratio x



图 6 测量的 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub> / ZnS 量子点的吸收截面和半径 a 随组份比例 x 的变化

Fig.6 Measured absorption cross-section and radius of  $CdS_x Se_{1-x}/ZnS$  QDs varying with x

根据测量的吸收峰波长确定量子点的粒径.由有效质量近似修正的 Brus 方程[13]为

$$E_{1\rm S1s} = E_{\rm g} + \frac{\pi^2 \hbar^2}{2\mu a^2} - \frac{1.786e^2}{\epsilon a} - 0.248 \frac{e^4 \mu}{2\epsilon^2 \hbar^2}$$
(3)

式中, $E_{1S1s}$ 是量子点基态带隙, $E_{g}$ 是体材料带隙(=1.82 eV<sup>[12]</sup>),*a* 是量子点半径, $\mu$  是电子-空穴的折合质 量 $\left(\frac{1}{\mu} = \frac{1}{m_{e}^{*}} + \frac{1}{m_{h}^{*}}, m_{e}^{*}\right)$ 为电子有效质量, $m_{h}^{*}$ 为空穴有效质量, $\epsilon$  是量子点介电系数(=9.3<sup>[14]</sup>),*e* 是电子 电荷, $m_{e}^{*} = 0.13m_{0}^{[14]}, mI_{h}^{*} = 0.46m_{0}^{[14]}(m_{0}$ 为自由电子质量).根据图 5 测量的第一吸收峰波长,可得量子 点核 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>(x=0.4、0.55、0.8、0.9)的半径分别为 4.5、3.8、2.8、2.29 nm(示于图 6).由于外包覆层 ZnS 的 吸收带远离核 CdSSe 的辐射波长区,因此不会对所测光谱的吸收和辐射产生影响.随着组份比例 x 的增大, S 所占的比例增大,由于 S 原子比 Se 原子小,因此 CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>量子点的半径变小,这与实验测量计算所得的 结果相符.由于量子尺寸效应,吸收截面随着量子点尺寸的减小而减小<sup>[2]</sup>,这也是吸收截面随组份比例 x 增 大而变小的原因.当 x=1 时,量子点核退化成 CdS,量子点成为 CdS/ZnS.按图 6 数据外推,可知其吸收截面  $\sigma_{s}\approx 1.6 \times 10^{-16}$  cm<sup>2</sup>,与 Yang<sup>[15]</sup>测量的 CdS 量子点的的吸收截面结果基本吻合.

#### 2.3 QDF 对抽运光的吸收

图 7 为测量的不同掺杂浓度的QDF 对 473 nm 泵浦光的吸收速率.实验条件为量子点掺杂浓度 0.1~5 mg/mL、光纤长度 1~20 cm.由图 7 可见,泵 浦光功率随光纤长度的增加呈指数衰减,当光纤长 度超过 10 cm,泵浦光功率所剩无几.掺杂浓度越 高,吸收速率越大,泵浦光衰减得越快.

QDF 中光强的损耗主要来自吸收,沿光纤的传输衰减满足 Lambert-Beer 定律.由于光纤纤芯的基底 UV 胶的吸收很小,可以忽略<sup>[9]</sup>,因而,可以认为光纤的吸收就是量子点的吸收.根据式(1)和图 7,可得 QDF 对 473 nm 波长的吸收速率或吸收系数  $\alpha$ 、吸收截面  $\sigma_a$  以及每摩尔吸收系数  $\varepsilon = \alpha/C$  (C 是量子点的摩尔浓度),具体数据见表 1.



图 7 泵浦功率随光纤长度的变化 Fig.7 Measured pumping power as a function of fiber length

由表 1 可知,量子点的吸收系数  $\alpha$  和吸收截面  $\sigma_a$  和掺杂浓度 c 有关.由图 8 可见,吸收系数随量子点掺杂浓度的增大线性增大.在本文实验掺杂浓度范围内, $\alpha = 0.42 \sim 0.86$  cm<sup>-1</sup>.此外,吸收截面  $\sigma_a$  随掺杂浓度呈负指数下降, $\sigma_a = (3.15 \sim 9.22) \times 10^{-16}$  cm<sup>2</sup>.当掺杂浓度增加到 0.5 mg/mL 时,吸收趋于饱和,吸收截面趋于常数.图 8 中▲为掺入光纤前的量子点对 473 nm 波长的吸收截面(来自于图 3),它与所测的 QDF 中的吸收截面数据吻合.作为比较,图8给出了文献[9]测量的CdSe/ZnS量子点(相当于本文x = 0)的吸收截面随掺

Table 1      Measured absorption coefficient and absorption cross-section at 473 nm				
Concentration	Density	Absorption coefficient	Absorption cross-section	Absorption coefficient per
$c/(\mathrm{mg} \cdot \mathrm{mL}^{-1})$	$n_{\rm q}/(10^{15} \cdot {\rm cm}^{-3})$	$\alpha/(\mathrm{cm}^{-1})$	$\sigma_{\rm a}/(10^{-16} \cdot {\rm cm}^2)$	mole $\varepsilon/(\times 10^5 \text{ L} \cdot \text{cm}^{-1} \cdot \text{mol}^{-1})$
0.1	0.45	0.42	9.22	5.60
0.2	0.90	0.45	5.02	3.00
0.4	1.81	0.63	3.48	2.09
0.5	2.26	0.73	3.24	1.94
0.6	2.71	0.86	3.15	1.91

表 1 测量的 473 nm 波长处 QDF 的吸收系数和吸收截面 le 1 Measured absorption coefficient and absorption cross-section at 473 n

杂浓度的变化.本文量子点的吸收截面比文献[9] CdSe/ZnS量子点的吸收截面大,原因主要是本文 量子点的粒径比文献[9]的粒径大~3 nm.由于吸收 截面关联于量子点粒径,因此,本文与文献[9]的吸 收截面在相同粒径的情况下是吻合的.两者的吸收 截面随掺杂浓度的变化趋势一致.

## 2.4 PL 峰值强度与 QDF 浓度及长度关系

为了发现 PL 峰值强度随掺杂光纤长度和掺杂 浓度之间的关系,在保持入射光功率相同的情况下, 对前述的 8 种浓度、光纤长度 1~20 cm 之间测量了 其 PL 辐射谱,结果见图 9(每间隔 1 cm 调整光纤长 度得到相对光强最大).

由图9可知,PL峰值波长位于634.2~635.5 nm 之间.当量子点掺杂浓度从0.1 mg/mL开始增加 时,PL峰值强度呈现先增大后减小的现象.当掺杂浓



图 8 测量的光纤中 CdSSe/ZnS 量子点吸收系数和吸收截 面随掺杂浓度的变化

Fig.8 The measured absorption coefficient and cross-section of CdSSe/ZnS QDs doped in fibers varying with the doping concentration

时,PL峰值强度呈现先增大后减小的现象.当掺杂浓度为 0.4 mg/mL 时,PL 峰值最大,此时掺杂浓度达到 饱和.

在 473 nm 波长的泵浦光激励下,PL 峰值强度随量子点掺杂浓度的变化(图 10)呈现由低到高再到低的 变化.不同掺杂浓度 PL 峰值强度最大值所对应的光纤长度不相同,浓度越大,达到最大 PL 峰值强度的光纤 长度越短.例如,当掺杂浓度为 0.4 mg/mL 时,随着光纤长度的增加,PL 峰值强度逐渐增大;当光纤长度达 到 11 cm 时,PL 峰值强度达到最大;之后,随着光纤长度的增加,PL 峰值强度减小,出现饱和现象.这种饱和 现象是由于光致荧光沿光纤传输过程中,其沿途的辐射增益与吸收损耗相互制约所造成的,具体原因这里不 再详述,可参见文献[11,16].



图 9 不同浓度下 CdSSe/ZnS 量子点光纤的 PL 出射光谱 Fig.9 PL spectra of CdSSe/ZnS QD doped fiber for different doping concentrations



- 图 10 不同掺杂浓度 CdSSe/ZnS 量子点的 PL 峰值随光纤 长度的变化
- Fig.10 PL-peak intensity of the CdSSe/ZnS QD varying with the fiber length for different doping concentrations

PL 峰值强度与量子点掺杂浓度有关.这表明当泵浦光强恒定时,存在一个可使 PL 峰值光强最大的掺杂 浓度.原因分析如下:量子点受激发所产生的跃迁载流子数  $N \propto I(\lambda)(激励光强),在激励光源不变的情况下,$  $激励光所能激发的载流子数 N 恒定,这意味着量子点数密度与光纤体积的乘积是一个定值,即 <math>\pi r^2 L_i n_q \equiv C$ (r 为光纤半径, $L_i$  为光纤长度).根据图 7 所测的结果,这里  $C \equiv (8.9 \pm 1.4) \times 10^{12}$ (个).因而,激发相同数目 的量子点所需的光纤长度随着掺杂浓度的提高而减小.但随着量子点浓度的持续提高,量子点之间的相互作 用增强,产生高浓度掺杂情况下的能级上转换,从而使得原能级跃迁频率的 PL 光辐射减弱.另一方面,掺杂 浓度越高,来自量子点大尺寸效应的散射损耗也将增大<sup>[11,16]</sup>,从而抑制了 PL 强度的进一步增大.

# 3 结论

测量了不同组份系数 x 的 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点的吸收谱和 PL 辐射谱,得到了量子点的吸收系数、吸收截面和发射截面随波长的变化.量子点的吸收谱呈双峰形,吸收峰值波长分别位于 595、623 nm,表明量子点存在两个吸收带.在 473~635 nm 波长范围内,CdS<sub>0.4</sub> Se<sub>0.6</sub>/ZnS 量子点吸收系数为 0.8~0.35 cm<sup>-1</sup>,吸收截面为(3.55~1.53)×10<sup>-16</sup> cm<sup>2</sup>.发射截面呈单峰,表明荧光辐射从单一上能带跃迁到基态.对于粒径为 4.5, 3.8,2.8,2.29 nm;x = 0.4, 0.55, 0.8, 0.9 的量子点,第一吸收峰值波长分别为 623,600,560,500 nm,峰值发射截面为(2,1.48,1.17,1.02)×10<sup>-16</sup> cm<sup>2</sup>.CdS<sub>x</sub>Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点吸收截面和半径弱依赖于组份比例 x.

制备了以 UV 胶为纤芯本底的 CdS<sub>0.4</sub> Se<sub>0.6</sub>/ZnS-QDF,研究了 QDF 中 473nm 泵浦光的吸收速率系数以 及 PL 辐射光的传输特性.结果表明:泵浦光功率沿光纤呈指数下降,特征光纤长度和掺杂浓度有关.QDF 的 吸收速率系数弱关联于掺杂浓度,当掺杂浓度为 0.5 mg/mL 时,吸收截面趋于饱和为  $3.15 \times 10^{-16}$  cm<sup>2</sup>.QDF 的 PL 峰值强度依赖于掺杂浓度和光纤长度.存在一个使 PL 光强饱和的掺杂浓度和光纤长度.当掺杂浓度为 0.4 mg/mL,光纤长度为 11 cm 时,PL 光强最大.这些实验结果有助于 CdS<sub>x</sub> Se<sub>1-x</sub>/ZnS 量子点增益型器件的 研制.

## 参考文献

- [1] CHEN Zhen-hua, LI Hui, ZHANG Xiang-zhi, et al. Surface states in ternary CdSSe quantum dot solar cells[J]. Journal of Nanoscience and Nanotechnology, 2017, **17**: 1373-1380.
- [2] JASIENIAK J, SMITH L, EMBDEN J V, et al. Re-examination of the size-dependent absorption properties of CdSe quantum dots[J]. Journal of Physical Chemistry C 2017, 113(45): 45573-85.
- [3] CHENG Xiao-yu, LOWE S B, REECE P J, *et al*. Colloidal silicon quantum dots: from preparation to the modification of self-assembled monolayers (SAMs) for bio-applications[J]. *Chemical Society Reviews*, 2014, **43**(8): 2680-2700.
- [4] YU J Y. A novel electrochemical preparation of PbS nanoparticles[J]. *Materials Science & Engineering B*, 2006, **131**(1-3): 200-202.
- [5] SALIM N, YOUNG A G, TILLEY R D, et al. Synthesis of CdSeS nanocrystals in coordinating and noncoordinating solvents: solvent's role in evolution of the optical and structural properties[J]. Chemistry of Materials, 2007, 21: 5185-5193.
- [6] PAN A, YANG H, LIU R, et al. Color-tunable photoluminescence of alloyed CdSxSe1-x nanobelts[J]. Journal of the American Chemical Society, 2005, 127(45): 15692-3.
- [7] ADEGOKE O, NYOKONG T, FORBES P, et al. Photophysical properties of a series of alloyed and non-alloyed watersoluble L-cysteine-capped core quantum dots[J]. Journal of Alloys & Compounds, 2016, S0925-8388(16): 33412-20
- [8] WU F, TIAN W, CHEN W J, et al. Optical nonlinearity and optical limiting of CdSeS/ZnS quantum dots[J]. Journal of Modern Optics, 2009, 56(17): 1868-1873.
- [9] CHENG Cheng, ZHAI Shi-tao. Determination of nonlinear dependence between absorption and dispersion of CdSe/ZnS quantum dots doped in ultraviolet glue[J]. *Acta Optica Sinica*, 2014, **34**(6): 0612009.
- 程成, 翟诗滔. 紫外胶基底中 CdSe/ZnS 量子点的吸收与色散非线性关系的确定[J]. 光学学报, 2014, 34(6): 0612009.
- [10] GUNDLACH L, PIOTROWIAK P. Ultrafast spatially-resolved carrier dynamics in single CdSSe nanobelts[J]. Journal of Physical Chemistry C, 2009, 113(28): 12162-12166.
- [11] CHENG Cheng, CHENG Xiao-yu. Nanophotonics and applications[M]. Beijing: Science Press, 2017, 225-239.
  程成,程潇羽. 量子点纳米光子学及应用[M]. 北京:科学出版社, 2017, 225-239.
- [12] PERNA G, PAGLIARA S, CAPOZZI V, et al. Excitonic luminescence of CdSxSel-x films deposited by laser ablation on Si substrate[J]. Solid State Communications, 2000, 114(3): 161-166.
- [13] ALLEN G, DELERUE C. Confinement effects in PbSe quantum wells and nanocrystals
  [J]. Physical Review B, 2004, 70(24): 245321.

- [14] DUJARDIN F, FEDDI E, ASSAID E, et al. Stark shift and dissociation process of an ionized donor bound exciton in spherical quantum dots[J]. European Physical Journal B, 2010, 74(4): 507-516.
- [15] YANG C C, MAI Y W. Size-dependent absorption properties of CdX (X = S, Se, Te) quantum dots[J]. Chemical Physics Letters, 2012, 535(535): 91-93.
- [16] CHENG Cheng, ZENG Feng, CHENG Xiao-yu. Photoluminescence spectra of CdSe/ZnS quantum dot doped fiber with high doping concentrations[J]. Acta Optica Sinica, 2009, 29(10): 2698-2704.
  - 程成,曾凤,程潇羽.较高掺杂浓度下 CdSe/ZnS 量子点光纤光致荧光光谱[J].光学学报,2009,29(10):2698-2704.

Foundation item: The National Natural Science Foundation of China (Nos. 61274124, 61474100)