

基于挤压技术的新型七芯超大数值孔径硫系玻璃 光纤制备及其光学性能研究

吴国林^{1,2},冯赞^{1,2},汪俊^{1,2},汪金晶^{1,2},钟明辉^{1,2},徐铁松^{1,2},梁晓林^{1,2},肖晶^{1,2}, 王弦歌^{1,2},焦凯^{1,2},赵浙明^{1,3},王训四^{1,2*},张培晴^{1,2},刘永兴^{1,2},戴世勋^{1,2},聂秋华^{1,2} '宁波大学信息科学与工程学院,高等技术研究院.红外材料与器件实验室,浙江宁波 315211; ²浙江省光电探测材料及器件重点实验室,浙江宁波 315211;

³嘉兴学院南湖学院,浙江嘉兴 314001

摘要 基于挤压技术制备新型七芯光纤。首先通过蒸馏纯化工艺和传统熔融淬冷法制备了 As_2S_8 , 和 As_2S_3 两种 玻璃,采用改进的分离式挤压法制备了光纤预制棒,并结合聚合物层的高温涂覆保护获得了结构完整的新型七芯 硫系玻璃光纤,该光纤的数值孔径分布范围高达 1.20~1.45。采用截断法测试了该光纤的损耗,最低损耗约为 1.9 dB/m@4.4 μ m,最后将飞秒激光结合光参量放大器(OPA)作为泵浦源测试了该光纤的非线性性能,在 14 cm 长的七芯光纤中获得了谱宽范围为 1.5~12 μ m 的超连续谱输出。结果表明,该七芯硫系光纤具有良好的非线性 性能,在中红外光学领域具有重要的应用价值和研究意义。

关键词 光纤光学;七芯光纤;硫系玻璃;挤压法;中红外超连续谱 中图分类号 TN253 **文献标志码** A

doi: 10.3788/AOS202141.1006003

Fabrication and Optical Properties of a Novel Seven-Core High-NA Chalcogenide Glass Fiber Based on Extrusion

Wu Guolin^{1,2}, Feng Zan^{1,2}, Wang Jun^{1,2}, Wang Jinjing^{1,2}, Zhong Minghui^{1,2}, Xu Tiesong^{1,2}, Liang Xiaolin^{1,2}, Xiao Jing^{1,2}, Wang Xiange^{1,2}, Jiao Kai^{1,2}, Zhao Zheming^{1,3},

Wang Xunsi^{1,2*}, Zhang Peiqing^{1,2}, Liu Yongxing^{1,2}, Dai Shixun^{1,2}, Nie Qiuhua^{1,2}

¹ Laboratory of Infrared Materials and Devices, Research Institute of Advanced Technology, Faculty of Electrical Engineering and Computer Science, Ningbo University, Ningbo, Zhejiang 315211, China;

² Key Laboratory of Photoelectric Detection Materials and Devices of Zhejiang Province, Ningbo, Zhejiang 315211, China;
 ³ Nanhu College, Jiaxing University, Jiaxing, Zhejiang 314001, China

Abstract A novel seven-core chalcogenide glass fiber was fabricated via extrusion. Firstly, two glasses, As_2Se_3 and As_2S_3 , were prepared by distillation purification and melt-quenching. Then, an improved isolated extrusion method was used to fabricate the optical fiber preforms. In addition, a novel seven-core chalcogenide glass fiber of a complete structure was obtained with the protection of the high-temperature polymer layer, with the numerical aperture (NA) in the range of 1.20 to 1.45. Its loss was measured by the cutback method, with a minimum of 1.9 dB/m@4.4 μ m. Finally, pumping with femtosecond laser from an optical parametric amplifier (OPA) yielded

收稿日期: 2020-09-01; 修回日期: 2020-12-05; 录用日期: 2020-12-15

基金项目:国家自然科学基金(61875097,61627815,61705091)、浙江省杰出自然科学基金(LR18F050002)、浙江省光电 探测材料及器件重点实验室开放课题(2017004)、宁波市领军和拔尖人才培养工程择优资助、嘉兴市科技局项目 (2017AY13010)、王宽诚幸福基金课题资助

* E-mail: xunsiwang@siom.ac.cn

a supercontinuum covering $1.5-12 \ \mu$ m in a 14-cm long seven-core fiber, demonstrating excellent nonlinearity of this fiber. In summary, this fiber shows great potential in both mid-infrared research and technical applications. **Key words** fiber optics; seven-core fiber; chalcogenide glass; extrusion method; mid-infrared supercontinuum **OCIS codes** 060.2280; 060.2390; 060.2300

1引言

近年来,中红外超连续谱由于它的应用价值而 受到越来越多的重视。中红外波段的光会被分子选 择吸收,使得分子产生振动或转动,形成红外吸收光 谱,故有着特殊的分子指纹区^[1-2]。因此,基于分子 指纹的红外光谱技术逐渐成为化学、天文、生物、医 疗等领域不可或缺的重要研究工具[3-5],红外光谱技 术的发展需要借助相关的红外材料,硫系玻璃因其 具有较宽的中、远红外透过范围,较低的声子能量, 极高的线性和非线性折射率系数等优点,是产生中、 远红外超连续谱的玻璃材料中的理想介质[6-7]。而 在众多的硫系玻璃体系中,Se 基硫系玻璃具有良好 的宽红外窗口透过性能(如 As₂Se₃ 的长波截止波长 可达18 µm),且具有良好的化学稳定性和玻璃形成 能力,具有良好的光纤化性能[8-9]。但由于硫系玻璃 的激光抗损伤阈值低,普通单芯硫系玻璃光纤中产 生的超连续谱功率有限,为了提高超连续谱的输出 功率,人们常采用多芯结构光纤设计[10-11]。相比于 单芯光纤,多芯光纤具有诸多优点,如:可以利用不 同纤芯来传输不同模式,且能够保证模式间相互独 立,可以增大光纤的通信量[10-13];处于同一个包层下 的多个纤芯,能增大光场的有效模场面积,进而提高 光纤的激光损伤阈值^[14]。Huo 等^[15]比较了多芯光 纤激光器与单芯光纤激光器的性能,由于多芯光纤 能够使传热速度更快,故其输出功率可以通过增加 芯数来增大。当前多芯光纤大多采用石英玻璃,其 受限于材料本征吸收而无法应用于中远红外波长范 围,因此,在中远红外波长区间,基于硫系玻璃的多 芯光纤可极大地提高传输容量,且是产生大功率中 红外超连续谱的理想方法之一。

常用的七芯光纤的制备方法有堆叠法和坩埚 法^[16-18]。Samir等^[17]采用堆叠的方法,先用化学气 相沉积法制备一个石英空管,再将高折射的七个纤 芯材料插入其中,最后通过高温加热制备出直径为 125 μm的石英七芯光纤。Doros等^[18]用双坩埚法 将熔融的纤芯玻璃和包层玻璃分别倒入两个同心的 坩埚,其中内坩埚有多个喷嘴,喷嘴数量等于纤芯数 量,纤芯玻璃通过内坩埚喷嘴流出后与外坩埚中的 包层玻璃形成多芯光纤。然而对于硫系玻璃多芯光 纤来说,堆叠法难以控制每个纤芯玻璃的均匀性,且 空管插入过程需要精确地操控,而双坩埚法需要很 高的工作温度,这使得硫系玻璃极易发生氧化析晶。 迄今为止,上述两种方法均未能实现硫系玻璃光纤 的多芯化。挤压法是将玻璃加热至软化温度附近 时,对高黏度的玻璃施加压力,使其通过设计的模具 后成型。该方法可以获得结构比例均匀且芯包界面 紧凑、无间隙的预制棒^[19],并且在整个挤压过程通 入干燥的高纯度稀有气体,在较低的温度下进行压 力控制,就可以极大地降低硫系玻璃析晶和氧化的 风险。

本文报道了一种新颖的太阳花型七芯硫系玻璃 光纤的制备方法。为了实现大数值孔径设计,选择 折射率差较大的 As₂Se₃ 和 As₂S₃ 分别作为纤芯玻 璃和包层玻璃,基于低温挤压技术,制备了结构较为 完美的 As-Se 七芯预制棒,并拉制成了光纤,最终实 现了大数值孔径低损耗多芯硫系玻璃光纤制备,采 用飞秒激光器和光参量放大器(OPA)泵浦方案获 得了超宽中红外超连续谱(SC)输出。

2 实 验

2.1 玻璃的制备

采用传统的熔融-淬冷法,制备了纤芯玻璃 As₂Se₃和包层玻璃 As₂S₃,这两种玻璃的折射率差 值较大且具有较为接近的玻璃转变温度(T_a)和软 化温度(T_p)。将封装用的石英管预先在浓盐酸 (HCl)和浓硝酸(HNO₃)按体积比为 3:1组成的混 合物中浸泡10h后,用去离子水多次清洗并烘干。 选用纯度为 99.999%的 As、Se、S 原料,按化学计量 比进行配备称量后将 As、Se 等原料放入石英管中 并加入还原剂-镁条,之后用机械泵配合分子泵进行 抽真空操作,同时对石英管加热,以去除残留在石英 管内的水杂质。当真空度低于 10⁻³ Pa 时,用乙炔-氧气焰对石英管进行封断;将封断后的石英管放入 管式炉中进行蒸馏纯化处理。蒸馏完毕后放入摇摆 炉中以 750 ℃熔融 12 h,取出装有硫系玻璃的石英 管,淬冷后进行退火处理,待降至室温后将石英管敲 碎并取出硫系玻璃锭。对取出的玻璃进行切割并加 以抛光处理,最后获得了直径为 26 mm、高度为 15 mm的As₂Se₃ 纤芯玻璃以及直径为46 mm、高

第 41 卷 第 10 期/2021 年 5 月/光学学报

度为 15 mm 的 As₂S₃ 包层玻璃。

2.2 预制棒的挤压制备

待玻璃样品和模具清洗烘干之后,将玻璃放在 特殊设计的模具中,其中直径为26mm的纤芯玻璃 放在直径为46mm包层玻璃的上方,如图1(a)所 示。将装有玻璃样品的模具放入挤压机的炉膛内加 热,待玻璃软化后进行挤压操作,整个挤压过程都通 入高纯的氩气以防止玻璃表面氧化。首先,将装有 As₂Se₃ 玻璃的金属模块(As₂Se₃ 玻璃与 As₂S₃ 玻 璃之间的金属模具)挤入 As₂S₃ 包层玻璃,当金属 模块挤入包层玻璃后,此时状态如图 1(b)所示。再 将纤芯玻璃 As₂Se₃ 挤入至挤压腔内的七个模具管 子中,该过程如图 1(c)所示,最后将七个模具中的 纤芯玻璃 As₂Se₃ 和包层玻璃 As₂S₃ 一同挤出,即形 成七个纤芯结构的光纤预制棒。将预制棒放入退火 炉中经 20 h 降至室温,以除去预制棒内部的应力。



图 1 挤压流程示意图。(a)挤压模具原理;(b)金属模块挤入后状态;(c)纤芯玻璃挤入包层玻璃;(d)预制棒挤出 Fig. 1 Diagrams of extrusion process. (a) Principle of extrusion die; (b) state after the metal module is squeezed in; (c) extrusion process of core glass into cladding glass; (d) preform extruded out

2.3 光纤拉制

由于硫系玻璃较脆,为了加强光纤的柔韧度,需 对硫系光纤进行涂覆保护。此处采用聚丙烯(PP) 和聚醚砜树脂(PES)作为光纤的外保护层。为了降 低玻璃析晶的风险,采用较低的拉丝温度。同时,在 整个拉丝过程中通人氩气以防止预制棒氧化。通过 精确控制拉丝温度、拉丝速率和预制棒进料速度这 三个拉丝参数,成功实现了 As₂Se₃ 多芯光纤的制 备,光纤的外径为 410 μm。

3 玻璃及光纤的光学性能测试

在常温环境下进行光学性能测试。采用 Nicolet 380型傅里叶红外光谱仪(FTIR)测试了玻璃样品的红外透过光谱,测试范围为 2.5~25 μ m。 用红外椭偏仪(IR-VASE Mark2)测量了芯玻璃和 包层玻璃的折射率。采用标准的截断法测试了光纤 的传输损耗,所用仪器为美国 Thermo Fisher Scientific 公司的傅里叶红外光谱仪(Nicolet: 5700),测量范围为 2.5~15 μ m。超连续谱装置用 红外参量放大器(OPA)进行测试(美国相干公司, ~150 fs,重复频率为 1 kHz)。

3.1 玻璃的红外透过性能和热膨胀系数

图 2(a)给出 As₂Se₃ 和 As₂S₃ 玻璃样品的红外 透过光谱,样品的厚度均为 2 mm。从图中可见: As₂Se₃ 具有较好的红外透过性能,透过率最高可达 66%,长波截止波长大于 16 μ m;As₂Se₃ 玻璃的透 过曲线(实线)中存在较为明显的杂质吸收峰,主要 位于 2.9 µm 和 6.3 µm 处,分别对应—OH 键和 H—O—H 杂质吸收峰,4.5 µm 处可见轻微的 Se— H 杂质吸收峰,14 µm 以外透过率下降,这主要是 由于 Se—Se 的本征振动吸收所致;而包层玻璃 As₂S₃(虚线)的红外透过率最高可达 62%,在 8 µm 以外由于 S—S 声子振动吸收导致透过率开始下降, 其中在 4.1 µm 处存在明显的 S—H 杂质吸收峰。此 外,这两种玻璃样品的红外透过曲线谱均未发现明显 的氧化物杂质吸收峰,这表明通过蒸馏提纯处理,还 原剂镁条可有效地去除玻璃中的氧化物杂质,但未能 完全消除杂质水;高温蒸馏过程中镁条和原料里的水 分子发生反应,产生的 H⁺ 以—H 形式残留在玻璃熔 体中,加剧了 Se—H和 S—H 杂质吸收。

图 2(b)为 As₂Se₃ 玻璃和 As₂S₃ 玻璃样品的热 膨胀曲线,图中纵坐标表示相对于样品长度的长度 变化, T_g 为玻璃的转变温度, T_p 为玻璃的软化温 度,其中 As₂Se₃ 的 T_g 约为 186.6 C, T_p 约为 209.2 C,而 As₂S₃ 的 T_g 约为 206.7 C, T_p 约为 221.5 C。包层玻璃和纤芯玻璃的软化温度较为接 近,可以与低温挤压温度相匹配,从而极大地降低了 硫系玻璃在挤压过程中的析晶风险。特别是对于这 种多芯结构预制棒而言,芯玻璃 As₂Se₃ 的软化温度 相对于包层玻璃 As₂S₃ 略低,故芯玻璃能够顺利挤 入七芯模具管中,最终通过同步挤压进入包层玻璃, 形成芯包界面清晰的七芯结构预制棒。



图 2 玻璃样品红外透过光谱及热膨胀曲线。(a) As₂Se₃ / As₂S₃ 玻璃红外透过光谱;(b) As₂Se₃ / As₂S₃ 玻璃热膨胀曲线 Fig. 2 Infrared transmission spectra and thermal expansion curves of glass samples. (a) Infrared transmission spectra of As₂Se₃ and As₂S₃; (b) thermal expansion curves of As₂Se₃ and As₂S₃

3.2 As-Se 七芯光纤的性能测试

玻璃的折射率曲线和光纤的 NA 分布如 图 3(a)所示。由于纤芯和包层两者之间的折射率 差较大,该光纤的 NA 较大。较大的折射率差能够 提高光纤对光线的束缚能力,而较大的 NA 更有利 于光纤输入端的耦合。NA 的表达式为

$$NA = \sqrt{n_{\rm core}^2 - n_{\rm clad}^2} , \qquad (1)$$

其中,n_{core}为纤芯折射率,n_{clad}为包层折射率,计算 可得该光纤的 NA 在 1.20~1.45 范围内。由于该 光纤具有大 NA 和较大的纤芯,故对光的约束能力 较强,同时光纤是多模的且易于与泵浦激光器和光 纤耦合。光纤的色散以及基模有效折射率如 图 3(b) 所示,其中基模色散可通过商用软件 (RSOFT)计算获得,从图中可以看出光纤的材料色 散和基模色散平坦度较好,其中材料色散的零色散 波长为 6.9 μm,基模色散的零色散波长为 6 μm。 基于多模广义非线性薛定谔方程的数值模拟表明, 当泵浦脉冲足够短(≪10 ps)时,因为存在暂时的偏 移,高阶模式不重要,故在色散数值模拟中只考虑了 基模的色散^[20-21]。从图中可以看出模拟的基模有效 折射率(n_{eff})随着波长的增大而减小,但减小的幅度 较小。





Fig. 3 Refractive index, NA, simulated dispersion curves and fundamental mode effective refractive index of fiber. (a) Refractive index of As_2Se_3 and As_2S_3 , and calculated NA; (b) simulated dispersion curve of fiber and fundamental mode effective refractive index

图 4 展示了光纤端面及光纤传输损耗测试结 果。测试时选用长度为 1 m 的光纤,采用截断法测 试了光纤的传输损耗,采用光学显微镜(Xenics, XEN-000298,500X 放大倍率)观察截断后的光纤端 面来判断端面是否光滑平整,如图 4(a)所示,从图 中可见,光纤中心的纤芯尺寸较大,其直径约为 145 μm,直径约 60 μm 的 6 个纤芯则均匀分布在纤 芯周围,构成了紧凑的太阳花形状,光纤的外径约 410 μm,整个端面结构比较均匀,无明显缺陷。考 虑到模具在设计时中央挤压管为大圆柱而其余6个 为小圆柱,因此在挤压过程中中心圆柱管进料较多, 使得中间的芯径明显大于周围的6个小芯。这样的 结构设计可拉近中央纤芯与四周纤芯间的距离,从 而实现光纤入射端更好的耦合,通过仔细观察光纤

第 41 卷 第 10 期/2021 年 5 月/光学学报

端面,可见整个光纤芯包界面没有任何气泡和颗粒等杂质缺陷。对光纤多次截断并取平均值得到如图4(b)所示的光纤损耗图,从图中可见,光纤的红外波长工作范围在3.2~8.4 μ m,基底损耗约(除去杂质吸收峰后的光纤背景损耗)3.47 dB/m,在2.9 μ m和6.3 μ m波长附近存在明显的水杂质吸收峰,4.3 μ m位置有较轻微的Se—H杂质吸收峰,8.5 μ m以外波长区间的传输损耗急剧上升,其源于包层玻璃的吸收[8.5 μ m之后透过率快速下降,如图2(a)中的玻璃透过曲线所示],结果造成了该光纤的工作区间止步于9 μ m,远低于普通AsSe光纤的限

制(12 μm)^[22]。由于玻璃制备过程中的纯化工艺程 度不够充分,所制备的玻璃依然残留了较多的一H 和一OH、H₂O等杂质,使得光纤的传输损耗略微偏 高。其中3.5~5 μm之间的基底损耗为2.6 dB/m。 光纤输出端的光斑如图4(b)中内插图所示,由近红 外相机记录。从光斑图中清晰可见,每个纤芯都能传 输光信号,且周围6颗芯的亮度几乎相当,未见任何 包层光模式。此光斑图再次证明了光纤的各个芯包 界面光滑,光信号被很好地束缚在纤芯内。这得益于 光纤拥有较大的芯包折射率差分布,且其实际流体变 形情况与光纤结构的理论设计基本相符。



图 4 光纤的端面以及损耗图谱。(a)光纤端面;(b)光纤损耗测试结果(插图:输出端光斑) Fig. 4 Cross-section image and loss of the fiber. (a) Cross-section of the fiber; (b) measured optical loss of the fiber (inset: output light spot image)

3.3 超连续谱测试

为了测试该光纤的超连续谱输出性能,采用 14 cm长的七芯光纤进行超连续谱泵浦实验,泵浦 源为中红外光参量放大器(OPA),脉冲参数为 150 fs、重复频率为1 kHz 的飞秒种子光经 OPA 后 输出中红外波长激光,在相同 12 mW 抽运功率下, 泵浦波长分别为5,6,7 μ m 的种子光通过透镜耦合 至七芯光纤中。超连续谱输出结果如图 5 所示;泵 浦光为 5 μ m 时,超连续谱在 - 30 dB 光强下从 1.5 μ m 展宽到 12 μ m;而在光纤零色散波长区域附 近,即 6 μ m 泵浦光下获得了最宽的超连续谱展宽,





此时-30 dB 光强下的 SC 光谱的谱宽为 1.6~ 12.8 μ m,可以看出 SC 谱在 3 μ m 附近出现平滑性下降,这是此处有很强的—OH 和 H₂O 吸收峰所致,但 是在 7 μ m 处的跳崖式下降,是因为在超连续谱测试 过程中,7 μ m 时切换了光栅,导致光谱发生变化。当 泵浦光为 7 μ m 时,由于非线性效应加强,光谱展宽到 了 13.4 μ m,此时超连续谱平坦度有所下降。

4 结 论

基于 As₂Se₃ 和 As₂S₃ 玻璃,采用挤压法实现了 结构较完美的多芯硫系玻璃光纤制备,光纤结构为 七芯结构——略大的中间芯外围等间隔紧密排布 6 个直径略小的芯构成太阳花型。结果表明:该光 纤的芯包界面光滑,各纤芯具有良好的光场模式束 缚能力;尽管光纤中存在较大的—OH 和 H₂O 吸收 峰,但该光纤依然具有良好的光学传输性能;最低损 耗为 1.9 dB/m@4.4 μ m,在 3.2~8.4 μ m 波长区 间的基底损耗为 3.8 dB/m。该七芯光纤在不同的 抽运波长处可以得到多种超连续谱输出,其中在 6 μ m 抽运波长、12 mW 抽运功率下获得了谱宽范 围为 1.6~12.8 μ m 的超连续谱输出,该光纤有望

用于高功率中红外超连续谱的产生。总的来说,本 实验证明挤压法可以很好地实现多芯结构硫系玻璃 光纤的制备,多芯光纤技术将在中远红外光学领域 提供更大的应用价值。

参考文献

- Schliesser A, Picqué N, Hänsch T W, et al. Midinfrared frequency combs [J]. Nature Photonics, 2012, 6(7): 440-449.
- [2] Allen M G. Diode laser absorption sensors for gasdynamic and combustion flows [J]. Measurement Science and Technology, 1998, 9(4): 545-562.
- [3] Tandy J, Feng C, Boatwright A, et al. Communication: infrared spectroscopy of salt-water complexes [J]. The Journal of Chemical Physics, 2016, 144(12): 121103.
- [4] Casey C M. Far-infrared spectral energy distribution fitting for galaxies near and far[J]. Monthly Notices of the Royal Astronomical Society, 2012, 425(4): 3094-3103.
- [5] Petersen C R, Prtljaga N, Farries M, et al. Midinfrared multispectral tissue imaging using a chalcogenide fiber supercontinuum source[J]. Optics Letters, 2018, 43(5): 999-1002.
- [6] Zhu Q D, Wang X S, Zhang P Q, et al. Fabrication and optical properties of chalcogenide As₂S₃ suspended-core fiber[J]. Acta Optica Sinica, 2015, 35(12): 1206004.
 祝清德, 王训四,张培晴,等. 硫系 As₂S₃ 悬吊芯光 纤制备及其光谱性能研究[J].光学学报, 2015, 35 (12): 1206004.
- [7] Petersen C R, Møller U, Kubat I, et al. Midinfrared supercontinuum covering the 1.4–13.3 μm molecular fingerprint region using ultra-high NA chalcogenide step-index fibre [J]. Nature Photonics, 2014, 8(11): 830-834.
- [8] Ta'eed V G, Fu L B, Pelusi M, et al. Error free all optical wavelength conversion in highly nonlinear As-Se chalcogenide glass fiber [J]. Optics Express, 2006, 14(22): 10371-10376.
- [9] Lenz G, Zimmermann J, Katsufuji T, et al. Large Kerr effect in bulk Se-based chalcogenide glasses[J]. Optics Letters, 2000, 25(4): 254-256.
- [10] Cheng T L, Duan Z C, Gao W Q, et al. A novel seven-core multicore tellurite fiber [J]. Journal of Lightwave Technology, 2013, 31(11): 1793-1796.
- Zhou P, Wang X L, Ma Y X, et al. Beam quality and power scalability of various multicore fiber lasers
 [J]. Chinese Physics Letters, 2009, 26(8): 084205.
- [12] Vyas A K. Analysis of different structure and

第 41 卷 第 10 期/2021 年 5 月/光学学报

nonlinear distortion of multicore fiber for power over fiber applications[J]. Optik, 2018, 168: 184-191.

- [13] Yuan L B. Multi-core fiber characteristics and its sensing applications [J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2019, 56(17): 170612.
 苑立波. 多芯光纤特性及其传感应用[J]. 激光与光 电子学进展, 2019, 56(17): 170612.
- [14] Liu Y H, Li J Y. Mode properties and progress of multi-core fiber lasers [J]. Laser & Optoelectronics Progress, 2016, 53(5): 050005.
 刘业辉,李进延. 多芯光纤激光器选模特性及其研究 进展 [J]. 激光 与光电子学进展, 2016, 53(5): 050005.
- [15] Huo Y, Cheo P K. Thermomechanical properties of high-power and high-energy Yb-doped silica fiber lasers [J]. IEEE Photonics Technology Letters, 2004, 16(3): 759-761.
- [16] Lu Y Q, Lu Y, Feng G F, et al. Fabrication and transmission characteristics of seven-core fiber [J]. Journal of Optoelectronics • Laser, 2017, 28(3): 269-274.
 陆云清,陆懿,冯高峰,等.七芯光纤的制备和传输 特性的研究[J].光电子 • 激光, 2017, 28(3): 269-274.
- Samir A, Perpar L, Batagelj B, et al. Fabrication of a single-mode seven-core optical fiber using the stackand-draw procedure[C]//2016 International Workshop on Fiber Optics in Access Network (FOAN), October 18-19, 2016, Lisbon, Portugal. New York: IEEE Press, 2016: 1-4.
- Dorosz J, Romaniuk R S. Current developments of multicrucible technology of tailored optical fibers [J].
 Proceedings of SPIE, 1999, 3731: 32-58.
- [19] Liu S, Tang J Z, Liu Z J, et al. Fabrication and properties of low-loss chalcogenide optical fiber based on the extrusion method [J]. Acta Optica Sinica, 2016, 36(10): 1006002.
 刘硕,唐俊州,刘自军,等.低损耗硫系玻璃光纤的挤压制备及其性能研究[J].光学学报, 2016, 36(10): 1006002.
- [20] Kubat I, Bang O. Multimode supercontinuum generation in chalcogenide glass fibres [J]. Optics Express, 2016, 24(3): 2513-2526.
- [21] Jiao K, Yao J M, Wang X G, et al. 1.2–15.2 μm supercontinuum generation in a low-loss chalcohalide fiber pumped at a deep anomalous-dispersion region [J]. Optics Letters, 2019, 44(22): 5545-5548.
- [22] Xue Z G, Li Q L, Chen P, et al. Mid-infrared supercontinuum in well-structured AsSe fibers based on peeled-extrusion[J]. Optical Materials, 2019, 89: 402-407.