Li_3N 添加金刚石单晶的高温高压生长研究^{*}

肖宏宇^{1)†} 王帅²) 康如威²) 李勇¹) 李尚升³) 田昌海¹) 王强¹) 金慧¹) 马红安^{1)‡}

(铜仁学院物理与电子信息工程学院,铜仁 554300)
 (铜仁学院材料与化学工程学院,铜仁 554300)
 (河南理工大学材料科学与工程学院,焦作 454000)
 (2024 年 12 月 25 日收到; 2025 年 1 月 16 日收到修改稿)

利用六面顶压机,在5.8 GPa,1300 ℃ 的高温高压条件下,以Fe₅₀Ni₂₅Co₁₆ 合金作为触媒,系统地开展了 Li₃N 添加 金刚石 单晶 的生长研究.首先,考察了 Li₃N 添加 比例对 金刚石 单晶 生长的影响.研究结果表明,随着 Li₃N 添加 比例的逐渐增加,金刚石 单晶的颜色逐渐由黄绿色、绿色、深绿色向墨绿色过渡,其形貌逐渐由六面体、六八面体向八面体过渡,且单晶的生长速度随 Li₃N 添加 比例的增加而减小.其次,借助傅里叶红外 (FTIR) 光谱测试,揭示了金刚石 单晶的氮含量随着 Li₃N 添加 比例的增加而增大,并验证了提高金刚石生长压力可实现对金刚石 单晶氮含量的提升.再次,结合拉曼 (Raman) 光谱测试,阐述了金刚石 单晶的拉曼特征峰随着 Li₃N 添加 比例的增加而逐渐向低能端移动,这与金刚石 单晶的内应力随晶体内氮含量的增加而增大有关.最后,通过光致发光光谱 (PL)测试,验证了本研究实现了具有 NV⁻色心金刚石 单晶的高温高压制备.另外,PL 光 谱测试结果同时表明,当金刚石中的氮含量不低于 4.93×10⁻⁴ 时,晶体内部 NV⁻色心的零声子线强度会随着晶体氮含量的增加而显著降低.

关键词:高温高压,金刚石大单晶,触媒,Li₃N
 PACS:07.35.+k,81.05.ug,81.10.Aj
 CSTR:32037.14.aps.74.20241769

DOI: 10.7498/aps.74.20241769

1 引 言

金刚石因兼具众多无可替代的极限特性,已被 广泛应用于工业、科技、国防、军事,以及航空航天 等众多领域^[1-6].直至目前,金刚石合成的高温高压 技术凭借其易于产业化、生产成本低等技术优势, 仍然在人工金刚石合成方面处于不可替代的地位. 高温高压法合成的人工金刚石内部常常含有各种 杂质元素. N 元素在自然界中极为富足, 且 N 元素 也是高温高压金刚石内部最为常见的杂质元素之 一. 当 N 元素以不同形式或含量在金刚石晶体内 部出现时, 金刚石的力学、光学或电学性能等都会 发生显著的变化. 含氮金刚石凭借某些特殊的物理 性能, 可被广泛用于推动科技发展或服务于人类生 产生活. 例如, 含氮金刚石与氮-空位色心 (NV) 相关的光学特性, 在量子比特计算、微弱场传感等 领域的应用方面显现出了独特的性能优势.

^{*} 国家自然科学基金 (批准号: 12064038)、贵州省科技厅自然科学项目 (批准号: 黔科合基础-ZK[2023]467, ZK[2021]021)、贵州省 百层次人才项目 (批准号: GCCC[2023]087)、河南省科技攻关项目 (批准号: 232102231048) 和铜仁学院科研启动基金 (批准号: trxyDH2221) 资助的课题.

[†] 通信作者. E-mail: xiaohy0205@163.com

[‡] 通信作者. E-mail: maha@jlu.edu.cn

^{© 2025} 中国物理学会 Chinese Physical Society

自 20 世纪 50 年代人类实现金刚石的人工合成 以来,同金刚石内N杂质元素相关的实验或理论 研究就一直受到研究者的广泛关注[7-10]. 2022年, Yelisseyev 等^[11] 发表了低硫添加的 Fe-C 体系生 长出的高温高压金刚石中氮杂质特征的研究,借助 光致发光光谱 (PL) 检测到了所生长金刚石样品中 电中性氮-空位色心 (NV⁰) 和带负电氮-空位色心 (NV⁻)的存在. 2021年, Razgulov等^[12]对高温高压 金刚石中 SnV 色心的低温 PL 光谱特征进行了研 究,讨论了测试温度 (80-300 K) 及压力 (1 bar-9.39 GPa)(1 bar = 10⁵ Pa) 对 NV 色心和 SnV 色 心零声子线 (ZPL) 宽度及位置的影响. 2018年, Bogdanov 等^[13] 开展了关于高温高压微金刚石中 NV-色心光学性质的相关研究,讨论了 NV-色心 的 PL 光谱强度与金刚石中氮含量的关系问题. 2024年, Li 等^[14]开展了触媒中 Ni 元素比例对金 刚石单晶中氮缺陷影响的研究工作,并给出 NV-零 声子线 (ZPL) 强度与失去电荷的 N 原子数量有关 的研究结论. 同年, Wang 等^[15] 报道了 Fe₆N₂ 添加 剂对金刚石单晶生长影响的研究成果,给出了金刚 石生长速度会随着 Fe₆N₂ 添加量的增加而减小等 结论. 2024年, Liu 等^[16] 发表了 Si 添加对 Fe 基触 媒生长金刚石单晶影响的研究成果,讨论了 Fe, Ni, Si 元素比例与金刚石中氮杂质含量的关系问 题. 2023年, Nie 等^[17]发表了高温退火对高氮金刚 石单晶性质影响的研究成果,合成得到了不包含单 个替位氮元素而只含聚集态氮元素的金刚石单晶. 因 Li₃N 在金刚石单晶生长的高温高压条件下可以 分解, 故 Li₃N 可作为含氮金刚石单晶生长的氮添 加剂. 直至目前, 在 Li₃N 添加金刚石单晶生长及 性质研究方面鲜有报道.

在 5.8 GPa, 1300 ℃ 的高温高压条件下, 以 Fe₅₉Ni₂₅Co₁₆ 合金作为触媒, 本研究首先系统地开 展了 Li₃N 添加金刚石单晶的生长实验, 并阐述了 Li₃N 添加比例对金刚石单晶颜色、形貌、生长速度 及生长条件等的影响. 其次, 借助傅里叶微区红外 (FTIR) 光谱测试, 讨论了 Li₃N 添加比例对金刚石 单晶氮杂质含量的影响. 再次, 利用拉曼 (Raman) 光谱分析, 对所合成金刚石单晶的结晶质量进行了 标定. 最后, 利用 PL 光谱测试, 阐述了 Li₃N 添加 比例对金刚石单晶内部 NV-色心零声子线强度的 影响, 并对其微观机制进行了讨论. 本研究成果对 于含氮金刚石单晶合成技术的完善、金刚石单晶光 学特性的应用, 以及基于 LiN₄ 浅能级失主杂质的 n 型半导体金刚石单晶的实验制备及应用研究具 有一定的参考价值.

2 实 验

采用国产六面顶压机 (型号: SPD-6×1200), 利用温度梯度法,在 5.8 GPa, 1300 ℃ 的高温高压 条件下,以 Fe₅₉Ni₂₅Co₁₆ 合金作为触媒,以高纯 Li₃N 粉 (纯度为 99.99%) 作为添加剂,以工业用高纯石 墨粉作为碳素源,以具有完好结晶质量的工业级金 刚石单晶的 (100) 晶向作为金刚石单晶的生长方 向,在保持 20 h 的生长时间不变的条件下,研究组 系统地开展了 Li₃N 添加金刚石单晶的高温高压合 成研究. 合成金刚石单晶所用的生长组装见图 1.



图 1 金刚石单晶的生长组装示意图.①叶蜡石块;②白云 石衬管;③触媒合金;④金刚石单晶;⑤导电钢帽;⑥石墨加 热管;⑦碳素源;⑧晶体生长容器;⑨晶种;⑪导电紫铜片 Fig. 1. Sample assembly to treat synthesis diamond single crystals. ① Synthetic block of pyrophyllite; ② dolomite lining tube; ③ catalyst alloy; ④ diamond single crystal; ⑤ conductive steel cap; ⑥ graphite heating tube; ⑦ carbon source; ⑧ crystal growth container; ⑨ seed crystals; ⑪ conductive copper sheet.

缓慢降压降温工艺 (slowly reduce pressure and temperature, SRPT) 处理:在晶体生长结束 之后,通过运行时长为 90 min 的压力温度工艺曲 线,研究者将合成设备的压力温度设定由金刚石生 长条件退回到常压室温条件.采用 SRPT 工艺处 理的目的是消除金刚石样品内部的部分应力以提 高晶体品质.酸洗工艺处理:1) 粗洗.将合成棒料 放入沸腾的稀 HNO₃ 内酸处理约 1 h,以去除包覆 在金刚石样品外围的合金触媒,实现将金刚石单晶 与触媒合金分离的目的.2) 精洗.将脱离的金刚石 单晶放入沸腾的浓 H₂SO₄ 和浓 HNO₃ 混合溶液 (溶液重量比 H₂SO₄:HNO₃ = 3:1) 中处理约 2 h. 精洗的目的是去除附着在金刚石单晶表面的残余 触媒金属和石墨. 在光学显微镜下, 对金刚石样品 进行表面形貌分析. 借助于微区红外光谱 (FTIR, Bruker Optics/ IFS Hyperion 3000M) 测试、拉曼 光谱 (Raman Spectra, Renishaw inVia Raman microscope from the United Kingdom) 和 PL 光 谱分析, 对金刚石单晶样品的 N 杂质含量、结晶质 量和光学特性等进行标定.

3 结果与讨论

3.1 晶体生长

本研究首先在 5.8 GPa, 1300 ℃ 的压力温度 条件下,利用温度梯度法,以Fe50Ni25C016合金作 为触媒,以晶种的(100)晶向作为晶体生长方向, 选用占碳源不同质量比(%)的高纯 Li₃N 粉作为添 加剂并放置到触媒合金竖直方向的中心位置,在保 持 20 h 的晶体生长时间不变的条件下,系统地开 展了 Li₃N 添加金刚石单晶的生长研究. 图 2(a)— (d) 给出了在上述条件下, 生长得到的不同 Li₃N 添加 比例金刚石单晶的光学显微照片, 对应晶体的生长 条件及品质特征详见表 1(序号 S1-S4). 图 2(a) 给出了在 0.25% Li₃N 添加比例下生长得到的金刚 石单晶照片,可以看出,该晶体呈六面体板状形貌, 颜色呈黄绿色, 其生长速度为 1.85 mg/h. 从金刚 石顶部及侧视内插图中均可看出,该晶体内部无肉 眼明显可见的金属包裹体. 图 2(b) 给出了在 0.35% Li₃N 添加比例下生长得到的六八面体金刚 石单晶照片,该晶体颜色呈绿色,其生长速度降低 为1.65 mg/h. 该晶体除了在晶种上方有极少量点 状包裹体外,在其他区域无明显包裹体.图 2(c) 给 出了在 0.45% Li₃N 添加比例下生长得到的近八面 体金刚石单晶照片.晶体颜色呈深绿色,生长速度 下降到 1.36 mg/h. 该晶体在显微镜下内部无肉眼

可见的包裹体.图 2(d) 给出了在 0.55% Li₃N 添加 比例下生长得到的八面体金刚石单晶照片.晶体颜 色呈墨绿色且透光性较低,其生长速度降低至 0.89 mg/h. 从晶体侧视照片可以看出,该晶体内 部无明显包裹体.



图 2 5.8 GPa 下不同 Li₃N 添加质量含量金刚石单晶的光 学显微照片 (a) 0.25% Li₃N; (b) 0.35% Li₃N; (c) 0.45% Li₃N; (d) 0.55% Li₃N

Fig. 2. Optical micrographs of diamond single crystals with different weight percent Li_3N addition ratios under 5.8 GPa: (a) 0.25% Li_3N ; (b) 0.35% Li_3N ; (c) 0.45% Li_3N ; (d) 0.55% Li_3N .

对图 2(a)—(d) 金刚石单晶的晶体生长情况进 行总结如下: 1) 随着合成体系内 Li₃N 添加比例的 逐渐增加 (0.25%—0.55%), 金刚石单晶的颜色逐 步由黄绿色、绿色、深绿色向墨绿色过渡. 我们认 为, 金刚石单晶颜色的变化是由于随着合成体系 内 Li₃N 添加比例的逐渐增加而导致进入金刚石晶 格内部的 N 元素数量增大引起的. 3.2 节关于金刚 石 N 含量测试的结果也证实了我们的推测. 2) 金 刚石单晶的形貌随着 Li₃N 添加比例的增加逐渐由 六面体、六八面体向八面体过渡. 3) 金刚石单晶的 生长速度随着 Li₃N 添加比例的增加而逐渐减小.

Table 1. Growth conditions and crystal quality of Li_3N doped diamond single crystals.									
样品	压力/GPa	温度/℃	Li ₃ N添加比例/%	生长速度/(mg·h ⁻¹)	晶体品质				
S1	5.8	1300	0.25	1.85	六面体, 无包裹体及表面凹坑 (图2(a))				
S2	5.8	1300	0.35	1.65	六-八面体, 少量包裹体, 无表面凹坑 (图2(b))				
S3	5.8	1300	0.45	1.36	近八面体, 无包裹体及表面凹坑 (图2(c))				
S4	5.8	1300	0.55	0.89	八面体, 无包裹体及表面凹坑 (图2(d))				
S5	5.8	1300	0.60	0.27	八面体, 表面存在沟壑状缺陷 (图4(a))				
S6	5.6	1300	0.07	0.15	六八面体, 晶种附近较多包裹体 (图4(b))				
S7	5.6	1300	0.08	0.09	六面体,边缘出现较大尺寸孪晶 (图4(c))				

表 1 Li₃N 添加金刚石单晶的生长条件及晶体品质特征

我们认为,在相同的合成压力及温度下,导致金刚 石单晶形貌和生长速度随 Li₃N 添加比例变化而变 化的上述晶体生长规律出现的原因, 与在碳素的 P-T相图内,随着 Li₃N 添加比例的逐渐增加,金刚 石单晶生长的"V形区"存在上移现象有关,如图 3 所示. 在图 3 金刚石生长的 P-T 相图中, D-M 线为 金刚石与触媒的共晶线, D-G线为金刚石与石墨 的平衡线,两线所夹的"V字形"区域称为金刚石生 长的"V形区". 图 3 中右上方的内插图给出了六面 体、六八面体和八面体不同形貌金刚石单晶在"V 形区"内的分布区域. 图 3(a) 对应的蓝色曲线为低 Li₃N 添加比例的"V 形区"曲线, 图 3(b) 的红色曲 线为增加了 Li₃N 添加比例后上移的"V 形区"曲 线. 从图 3 中可以看出, 位于蓝色"V 形区"六面体 生长区域的 M 点 (5.8 GPa, 1300 ℃) 同时处于上 移的红色"V形区"六八面体的生长区,表明"V形 区"上移将导致晶体生长区域向高温端偏移,这就 解释了晶体生长结论 2) 给出的随着 Li₃N 添加比 例的增加金刚石单晶的形貌逐渐由六面体、六八面 体向八面体过渡的原因. 金刚石生长的溶剂理论表 明,生长金刚石的最低压力条件将随着"V形区"的 升高而升高.相同的压力条件在低"V形区"产生的 晶体生长驱动力较高"V形区"大,且较大的生长驱 动力会产生较快的晶体生长速度.因此,在本研究 的上述晶体生长实验中,即使固定 5.8 GPa 的合成 压力不变,因 Li₃N 添加比例增加而引起的"V 形



图 3 Li₃N 添加金刚石单晶生长"V 形区"上移示意图. (a) 低 Li₃N 添加的"V 形区"; (b) 高 Li₃N 添加的"V 形区"

Fig. 3. Schematic diagram of the upward movement of the "V-shaped region" with Li₃N doped diamond growth. (a) V-shaped region with low Li₃N addition; (b) V-shaped region with high Li₃N addition.

区"上移也会导致金刚石生长的驱动力变小,进而 出现金刚石单晶生长速度降低的现象,这就是晶体 生长结论 3) 中随着 Li₃N 添加比例的增加金刚石 单晶的生长速度逐渐减小的原因.

为了进一步验证"V形区"上移机制解释的正 确性,研究组一方面对相同压力温度条件(5.8 GPa, 1300 ℃)下,优质金刚石生长的 Li₃N 极限添加比 例进行了考察. 另一方面, 固定 1300 ℃ 的温度条 件不变,将金刚石生长的压力降低至 5.6 GPa, 开 展了低压下 Li₃N 添加金刚石单晶生长的相关研 究. 研究得到的金刚石单晶照片如图 4 所示. 在表 1 的 S5—S7 中,给出了图 4 对应晶体的生长条件及 品质特征. 图 4(a) 为在 5.8 GPa, 1300 ℃ 的压力 温度条件下,添加 0.60% Li₃N 生长得到的金刚石 单晶照片.该晶体呈八面体形貌,颜色为墨绿色且 近乎不透光, 生长速度降低至 0.27 mg/h. 在晶体 (111) 晶面交界处附近出现了约占 1/6 晶体侧面 积、深度较大的沟壑状凹坑缺陷.我们认为,该晶 体凹坑缺陷的出现及生长速度的降低均由晶体 生长压力偏低引起的,这与上述 Li₃N 添加比例 增加而导致的"V形区"上移及晶体生长驱动力降 低的原因分析吻合得很好. 图 4(b) 和图 4(c) 是在 5.6 GPa, 1300 ℃ 的压力温度 (图 3 中的 N 点) 条 件下, 生长得到的 Li₃N 添加金刚石单晶照片. 在 图 4(b) 中,给出了添加 0.07% Li₃N 生长得到的金 刚石单晶照片,该晶体呈六八面体形貌,颜色为黄 绿色, 生长速度继续降低至 0.15 mg/h, 且在晶种 附近出现了数量较多的包裹体. 图 4(c) 给出了添 加 0.08% Li₃N 生长得到的绿色孪晶金刚石照片, 该晶体呈六面体形貌, 生长速度低至 0.09 mg/h. 在 5.6 GPa 的压力条件下, 当 Li₃N 添加比例高于 0.08%时,很难实现具有完整晶形的金刚石单晶生 长. 图 4 中金刚石的晶体生长实验结果表明: 1) 在 5.8 GPa的压力下,当 Li₃N 添加比例高于 0.60% 时,很难实现具有完整晶形的金刚石单晶生长. 2) 将金刚石生长压力由 5.8 GPa 降低至 5.6 GPa 时,优质金刚石生长的Li₃N极限添加比例及晶体 生长速度均会降低.由此可见,图4中降低金刚石 生长压力后的晶体生长实验结果与图 2 中金刚石 生长实验结果高度相似,这也间接验证了 Li₃N 添 加比例增加会导致"V形区"上移现象出现的正确 性. 除此之外, 本研究结果同时表明, 升高金刚石的 生长压力是提升 Li₃N 极限添加比例的有效方法.



图 4 不同压力及 Li₃N 添加比例下生长金刚石单晶的光学 显微照片 (a) 5.8 GPa, 0.60% Li₃N; (b) 5.6 GPa, 0.07% Li₃N; (c) 5.6 GPa, 0.08% Li₃N

Fig. 4. Optical micrographs of diamond single crystals grown under different pressures and Li₃N addition ratios: (a) Under 5.8 GPa, for 0.60% Li₃N; (b) under 5.6 GPa, for 0.07% Li₃N; (c) under 5.6 GPa, for 0.08% Li₃N.

3.2 N 含量测试

傅里叶微区红外光谱 (FTIR) 测试作为一种 无损测试手段,可以用来对金刚石样品中的 N 元 素含量进行标定^[13,15,17]. N 元素是人工金刚石和 天然金刚石中最常见的杂质元素之一. 在未添加 除氮剂的人工金刚石中也常常包含原子分数为 10⁻⁶—10⁻⁵的 N 杂质元素.本研究借助红外光谱测 试,对表 1 中部分金刚石样品的 N 含量进行了表 征. 在图 5 中给出了金刚石样品的红外光谱测试结 果. 从测试结果中明显看出,在于测试样品中与离 散态 C 心孤 N 原子相关的 1130 cm⁻¹ 和 1344 cm⁻¹ 位置处出现了标志性的特征峰,而与聚集态 N 原 子相关的 A 心特征峰 1282 cm⁻¹和 B 心特征峰 1175 cm⁻¹并未出现,表明测试金刚石样品中只含 有离散态的 C 心孤 N 原子而不含聚集态 N 杂质.



图 5 不同 Li₃N 添加比例金刚石单晶的微区红外光谱 (a) S6; (b) S1; (c) S2; (d) S3; (e) S4

Fig. 5. FTIR spectra of diamond crystals synthesized under different Li_3N addition ratios: (a) S6; (b) S1; (c) S2; (d) S3; (e) S4.

样品的 N 含量 (*N*_C(×10⁻⁶)) 可由下列的公式 计算得出:

$$N_{\rm C} \left(\times 10^{-6}\right) = \frac{\mu \left(1130 \ {\rm cm}^{-1}\right)}{\mu \left(2120 \ {\rm cm}^{-1}\right)} \times 5.5 \times 25, \qquad (1)$$

$$\mu(1130 \text{ cm}^{-1}) = \frac{A(1290 \text{ cm}^{-1}) - A(1370 \text{ cm}^{-1})}{0.31},$$
(2)

$$\mu (2120 \text{ cm}^{-1})$$

$$= \frac{40 \times A(2030 \text{ cm}^{-1}) + 87 \times A(2160 \text{ cm}^{-1})}{127}$$

$$- A(2120 \text{ cm}^{-1}). \tag{3}$$

在上述公式中, N_C(×10⁻⁶) 代表测试样品的离 散态 C 心孤 N 元素含量 (因晶体中不含 A 心和 B 心聚集态 N 杂质, C 心 N 含量即为总 N 含量), μ代表对应峰值的修正系数, A 代表对应峰值的吸 收强度.

经计算得到的金刚石样品 N 元素含量 $N_{\rm C}$ 如 表 2 所列. 在压力 5.6 GPa、添加 0.07% Li₃N 条件 下,生长得到的金刚石样品 (表 1 中 S6)的氮含 量为 3.56×10⁻⁴. 当将金刚石的生长压力提高到 5.8 GPa,分别添加质量含量 0.25%, 0.35%, 0.45% 和 0.55% 的 Li₃N 时,生长得到的金刚石晶体 (表 1 中 S1—S4) 的 N 含量分别为 4.93×10⁻⁴, 6.16×10⁻⁴, 7.70×10⁻⁴ 和 8.92×10⁻⁴. 结合晶体生长实验和红外 光谱测试结果可以看出: 1) 随着 Li₃N 添加比例的 增加,金刚石晶体的 N 含量逐渐升高; 2) 提高金刚 石的生长压力,可以在更高的 Li₃N 添加比例下生 长出氮含量更高的优质金刚石单晶. 本研究结论同 时体现了高温高压技术在提升材料掺杂元素浓度 方面存在的技术优越性.

表 2 Li₃N 添加金刚石单晶的氮含量

Table 2. Nitrogen contents of Li_3N doped diamond single crystals.

序号	Li ₃ N添加质量 含量/%	C心N含量 $N_{ m C}/ imes 10^{-6}$	金刚石 样品	
а	0.07	356	S6	
b	0.25	493	$\mathbf{S1}$	
с	0.35	616	S2	
d	0.45	770	S3	
е	0.55	892	S4	

3.3 Raman 光谱测试

拉曼光谱 (Raman spectra) 测试是一种用于 表征金刚石单晶结晶质量的有效手段.本研究采用 拉曼光谱测试方法,对 5.8 GPa 压力下生长的部分 金刚石样品 (表 1 中 S1—S4) 的结晶质量进行了标 定. 拉曼光谱测试是在室温下 350—1600 cm⁻¹ 测 量范围内开展的, 相应测试结果如图 6 所示. 金刚 石标准的拉曼特征峰位于 1332 cm⁻¹ 位置处. 从图 6 中的拉曼光谱测试结果可以看出, 当金刚石的 Li₃N 添加比例由 0.25%, 0.35%, 0.45% 增至 0.55% 时, 对应样品的拉曼特征峰分别出现在 1330.92 cm⁻¹, 1330.81 cm⁻¹, 1330.77 cm⁻¹ 和 1330.50 cm⁻¹ 位置 处, 拉曼特征峰均向低能端发生了移动, 拉曼峰的 偏移量 Δγ 分别为 1.08 cm⁻¹, 1.19 cm⁻¹, 1.23 cm⁻¹ 和 1.50 cm⁻¹.



图 6 不同 Li₃N 添加比例金刚石单晶的 Raman 光谱测试 结果 (a) S1; (b) S2; (c) S3; (d) S4

Fig. 6. Raman spectra of diamond crystals synthesized under different Li₃N addition ratios: (a) S1; (b) S2; (c) S3; (d) S4.

不同 Li₃N 添加比例金刚石单晶的内应力可由 下列公式计算得出^[18].内应力的计算结果详见表 3.

$$\sigma_{\rm h} \left(\text{MPa} \right) = \left[\Delta \gamma \left(\text{cm}^{-1} \right) \times 1000 \right] / 2.88$$
$$= \{ [\gamma_0 - \gamma] \times 1000 \} / 2.88, \tag{4}$$

其中 $\sigma_h(MPa)$ 为金刚石样品的内应力; γ_0 为金刚 石标准的拉曼峰值 1332 cm⁻¹; γ 为样品拉曼峰的 测量值.

表 3 Li_3N 添加金刚石单晶的内应力 σ_h Table 3. Internal stress of Li_3N doped diamond single crystals.

序号	拉曼峰值/cm ⁻¹	$\Delta\gamma/{ m cm}^{-1}$	内应力 $\sigma_{ m h}/{ m MPa}$
a	1330.92	1.08	375
b	1330.81	1.19	413
с	1330.77	1.23	427
е	1330.50	1.50	521

可见,本研究随着触媒中Li₃N添加比例的逐渐增加(由 0.25%增至 0.55%),金刚石单晶的拉曼

特征峰逐渐向低能端移动,且金刚石单晶的内应力 也随之增大 (由 375 MPa 增至 521 MPa). 根据研 究组[19] 前期发表的研究论文的结论:在我们的合 成体系下,当未添加 Li₃N 添加剂时,所生长的 Ib 型 金刚石单晶的拉曼特征峰值为 1331.99 cm⁻¹. 将本 测试结果与前期研究结论进行对比发现,本研究 Li₃N 在金刚石单晶生长腔内的添加导致了所生长 金刚石单晶的拉曼特征峰向低能端移动,且在晶体 内部出现了随 Li₃N 添加比例增加而逐渐增大的内 应力. 我们认为, Li₃N 在金刚石生长腔体内的添加 会导致部分 N 元素进入金刚石晶格内部. 由于 N 原子的原子半径较 C 原子小, 当 N 元素进入金刚 石并与 C 原子形成 C-N 键后, C-N 键的形成将 导致金刚石单晶完好的面心立方晶格结构发生畸 变,进而拉应力会在金刚石晶体内部产生.故此, 因N元素进入金刚石导致的晶格畸变是拉曼特征 峰向低能端移动、内应力增加的根本原因.

3.4 PL 光谱分析

PL 光谱分析是一种具有高灵敏度、高精度 和高光谱分辨率, 可用于测量材料缺陷的重要手 段^[20-22]. 在室温环境下,本研究使用 532 nm 波长 的激光对不同 Li₃N 添加比例金刚石样品进行 PL光谱分析,分析结果如图7所示.图7中的四 条谱线均在 572 nm 位置处出现了金刚石的一阶 拉曼位移峰,以及在b,c,d三条谱线上的612 nm 附近出现了金刚石的二阶拉曼位移峰. 一般情况 下,575 nm 对应于 NV⁰ 色心的零声子线,而 637 nm 对应于 NV-色心的零声子线. 图 7 中四颗 测试样品对应于 575 nm NV⁰ 色心的零声子线均 缺失,只在约 637 nm 处出现了 NV-色心的零声子 线,且该零声子线的强度随着Li₃N添加比例的增 大而显著降低. 四条谱线中 NV⁰ 色心零声子线的 缺失是由于:在低氮含量的金刚石中,绝大多数的 空位均以电中性的状态存在,这类金刚石的 PL 光 谱中会出现 NV⁰ 色心的零声子线, 而金刚石氮含 量越高就有越多的带负电空位在晶体中出现并可 能占据主体地位,导致 NV⁰ 色心的零声子线在高 氮含量金刚石的 PL 光谱中缺失而出现 NV-色心 的零声子线. 本研究参与测试的四颗金刚石样品 的 N 含量均较高 (不低于 4.93×10⁻⁴), 故只观察到 NV-色心的零声子线在谱线中出现. 在图 7(a) 样品 谱线中约 660 和 698 nm 位置出现了两个总宽度

约为 70 nm 的 NV-色心声子边带, 该边带的出现 也可作为 NV-色心存在的间接证据. 对于测试结果 中出现的金刚石晶体 NV-色心的零声子线强度随 着 Li₃N 添加比例 (或氮含量) 的增大而显著降低 规律出现的原因,我们认为可能与下列两点机制有 关:1) 当金刚石中的氮含量较低时,晶体中带负电 空位的数量会随着氮含量的增大而增加. 但当晶体 中的带负电空位数量达到某一极值后,随着氮原子 数量的继续增加, 过剩的氮原子将与空位结合而起 到消耗空位的作用,从而导致 NV-色心数量逐渐降 低、零声子线强度逐渐下降;2)参考密度泛函理论 计算的结果^[23], LiN₄是一种浅能级失主杂质, 含 有 LiN₄ 杂质的金刚石具有 n 型半导体特性. 在本 研究 Li₃N 添加金刚石单晶的生长条件下, 随着 Li₃N添加比例的持续增加而超过某一量值之后, 若持续发生下列反应: Li+VN_m→LiN_m (m = 1, 2,3,4), NV-色心将被 Li 元素不断消耗, 进而导致金 刚石内 NV-色心数量逐渐减少、零声子线强度逐渐 下降. 通过 PL 光谱分析证实: 利用温度梯度法, 我 们成果实现了具有 NV-色心的 Li₃N 添加金刚石单 晶的高温高压制备,这对于金刚石单晶基于 NV-色 心光学特性应用的相关研究具有一定的学术参考 价值. 除此之外, 本研究对基于 LiN₄ 浅能级失主 杂质的 n 型半导体金刚石单晶的实验制备及应用 研究也具有一定的参考价值.



图 7 不同 Li₃N 添加比例金刚石单晶的 PL 光谱 (a) S1; (b) S2; (c) S3; (d) S4

Fig. 7. PL spectra of diamond crystals synthesized under different Li_3N addition ratios: (a) S1; (b) S2; (c) S3; (d) S4.

4 结 论

通过对不同 Li₃N 添加比例金刚石单晶的高温 高压生长研究, 以及 N 含量测试、FTIR 光谱测试 和 PL 光谱分析, 得到了以下主要结论.

1) 在我们的合成体系下, 随着 Li₃N 添加比例 的增加 (0.25%—0.55%), 金刚石单晶的颜色逐步 由黄绿色、绿色、深绿色向墨绿色过渡, 其形貌逐 渐由六面体、六八面体向八面体过渡, 且单晶的生 长速度随 Li₃N 添加比例的增加而逐渐减小.

2) 在相同的压力温度条件下, 金刚石单晶的 氮含量随着 Li₃N 添加比例的增加而增大. 提高金 刚石生长压力可实现对金刚石单晶 N 含量的提升.

3) 拉曼光谱测试结果表明,金刚石单晶的拉 曼特征峰随着触媒中 Li₃N 添加比例的增加而逐渐 向低能端移动,这与金刚石单晶的内应力会随着晶 体氮含量的增加而增大有关.

4) PL 光谱分析结果表明, 当金刚石中的氮含 量不低于 4.93×10⁻⁴ 时, 晶体内 NV-色心的零声子 线强度会随着晶体氮含量的增加而显著降低. 利用 温度梯度法, 可以实现具有 NV-色心的 Li₃N 添加 金刚石单晶的高温高压制备.

参考文献

- Bovenkerk H P, Bundy F P, Hall H T, Strong H M, Wentorf Jr R H 1959 *Nature* 184 1094
- [2] Li Y, Liao J H, Wang Y, She Y C, Xiao Z G, An J 2020 Opt. Mater. 101 109735
- [3] Ma Y M, Eremets M, Oganov A R, Xie Y, Trojan, Medvedev S 2009 Nature 458 182
- [4] Liu X B, Chen X, Singh D J, Stern R A, Wu J S, Petitgirard S, Bina C R, Jacobsen S D 2019 Proc. Natl. Acad. Sci. U. S A. 116 7703
- [5] Li Y, Chen X Z, Ran M W, She Y C, Xiao Z G, Hu M H, Wang Y, An J 2022 Chin. Phys. B 31 046107
- [6] Borzdov Y, Pal'yanov Y, Kupriyanov I, Gusev V, Khokhryakov A, Sokol A, Efremov A 2002 Diamond Relat. Mater. 11 1863
- [7] Ralchenko V, Sedov V, Martyanov A, Voronov V, Savin S, Khomich A 2022 Carbon 190 10
- [8] Xiao H Y, Qin Y K, Liu L N, Bao Z G, Tang C J, Sun R R, Zhang Y S, Li S S, Jia X P 2018 Acta Phys. Sin. 67 140702 (in Chinese) [肖宏宇, 秦玉琨, 刘利娜, 鲍志刚, 唐春娟, 孙瑞瑞, 张永胜, 李尚升, 贾晓鹏 2018 物理学报 67 140702]
- [9] Xiao H Y, Li Y, Bao Z G, She Y C, Wang Y, Li S S 2023 Acta Phys. Sin. 72 020701 (in Chinese) [肖宏宇, 李勇, 鲍志刚, 佘彦超, 王应, 李尚升 2023 物理学报 72 020701]
- [10] Li Y, Wang S, Xiao H Y, Wang Q, Xiao Z G, She Y C, Wang Y 2024 CrystEngComm 26 2190
- [11] Yelisseyev A P, Zhimulev E I, Karpovich Z A, Chepurov A A, Sonin V M, Chepurov A I 2022 CrystEngComm 24 4408
- [12] Razgulov A A, Lyapin S G, Novikov A P, Ekimov E A 2021 Diamond Relat. Mater. 116 108379
- [13] Bogdanov K V, Zhukovskaya M V, Osipov V Y, Ushakova E V, Baranov M A, Takai K, Rampersaud A, Baranov A V 2018 APL Mater. 6 086104
- [14] Li M, Wang Z W, Teng Y, Zhao H Y, Li B W, Liu Y, Wang

S X, Yang Z Z, Chen L C, Ma H A, Jia X P 2024 Diamond Relat. Mater. 141 110605

- [15] Wang W H, Fang C, Chen L C, Zhang Z F, Zhang Y W, Wang Q Q, Biao W, Yang X, Ren W, Jia X P 2024 *Diamond Relat. Mater.* 142 110863
- [16] Liu Y, Wang Z W, Teng Y, Li B W, Zhao H Y, Guo Q Y, Chen L C, Ma H A, Jia X P 2024 Int. J. Refract. Met. Hard Mater. 118 106488
- [17] Nie Y, Li S S, Hu Q, Wang J Z, Hu M H, Su T C, Huang G F, Li Z C, Li Y, Xiao H Y 2023 Opt. Mater. 137 113538
- [18] Catledge S A, Vohra Y K, Ladi R, Rai G 1996 Diamond Relat. Mater. 5 1159
- [19] Xiao H Y, Li Y, Tian C H, Zhang W X, Wang Q, Xiao Z G,

Wang Y, Jin H, Bao Z G, Zhou Z X 2024 J. Synth. Cryst. 53 959 (in Chinese) [肖宏宇, 李勇, 田昌海, 张蔚曦, 王强, 肖政国, 王应, 金慧, 鲍志刚, 周振翔 2024 人工晶体学报 53 959]

- [20] Capelli M, Heffernan A H, Ohshim T, Abe H, Jeske J, Hope A, Greentree A D, Reineck P, Gibson B C 2019 *Carbon* 143 714
- [21] Sedova V, Martyanov A, Savin S, Bolshakov A, Bushuev E, Khomich A, Kudryavtsev O, Krivobok V, Nikolaev S, Ralchenko V 2018 *Diamond Relat. Mater.* **90** 47
- [22] Glinka Y D, Lin K W, Chang H C, Lin S H 1999 J. Phys. Chem. B 103 4251
- [23] Moussa J E, Marom N, Sai N, Chelikowsky J R 2012 Phys. Rev. Lett. 108 226404

Study on the growth of Li_3N doped diamond single crystals under HPHT^{*}

XIAO Hongyu^{1)†} WANG Shuai²⁾ KANG Ruwei²⁾ LI Yong¹⁾ LI Shangsheng³⁾ TIAN Changhai¹⁾ WANG Qiang¹⁾

JIN Hui¹) MA Hongan^{1)[‡]}

1) (School of Physics and Electrical Engineering, Tongren University, Tongren 554300, China)

2) (College of Material and Chemical Engineering, Tongren University, Tongren 554300, China)

3) (School of Materials Science and Engineering, Henan Polytechnic University, Jiaozuo 454000, China)

(Received 25 December 2024; revised manuscript received 16 January 2025)

Abstract

In the paper, under 5.8 GPa and 1300 °C, the Li₃N doped diamond single crystals were synthesized in a cubic anvil high pressure and high temperature apparatus. Firstly, $Fe_{59}Ni_{25}Co_{16}$ alloy was used as the catalyst, high-purity Li₃N powder was used as the additive, industrial high-purity graphite powder was used as the carbon source, and the (100) crystal orientation of industrial grade diamond single crystal with good crystalline quality was used as the growth direction of diamond single crystal, the effect of Li₃N addition ratio on the growth of diamond single crystals was systematically investigated with a growth time of 20 h. The research results indicate that with the increase of Li₃N addition ratio, the color of diamond single crystals gradually transitions from yellow green, green, and dark green to dark green, and their morphology gradually transitions from hexahedron to octahedron. Moreover, the growth rate of single crystals decreases with the gradual increase of Li₃N addition ratio, which can be attributed to the phenomenon of upward movement in the "V-shaped region" of diamond single crystal growth with the gradual increase of Li₃N addition ratio, using Fourier transform infrared (FTIR) spectroscopy, it was revealed that the nitrogen content of diamond single crystals increases with the increase of Li₃N addition ratio, and increasing

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 12064038), the Natural Science Program of Guizhou Province, China (Grant Nos. Qiankehejichu ZK[2023]467, ZK[2021]021), the Foundation for Excellent Scholars of Guizhou Province, China (Grant No. GCCC[2023]087), the Key Science and Technology Program of Henan Province, China (Grant No. 232102231048), and the Staring Foundation of Scientific Research of Tongren University, China (Grant No. trxyDH2221).

[†] Corresponding author. E-mail: xiaohy0205@163.com

[‡] Corresponding author. E-mail: maha@jlu.edu.cn

the diamond growth pressure can achieve the increase in the nitrogen content of diamond single crystals. Figure 5 shows FTIR spectra of diamond crystals synthesized under different Li₃N addition ratios. When the weight percent of Li₃N added to the catalyst is 0.55%, the nitrogen content of the grown diamond single crystal is 8.92×10^{-4} . Thirdly, Raman spectroscopy testing revealed that the Raman characteristic peak of diamond single crystals gradually shifts towards the low-energy end with the increase of Li₃N addition ratio, which is related to the increase of internal stress in diamond single crystals. Finally, the PL spectroscopy test results showed that this study achieved high temperature and high pressure preparation of diamond single crystals with NV⁻ color centers, and the zero phonon line intensity of NV⁻ color centers in the single crystals significantly decreased with the increase of crystal nitrogen content. Figure 7 shows PL spectra of diamond crystals synthesized under different Li₃N addition ratios.



Keywords: high temperature and high pressure, diamond single crystals, catalyst, Li₃N

PACS: 07.35.+k, 81.05.ug, 81.10.Aj **CSTR:** 32037.14.aps.74.20241769 **DOI:** 10.7498/aps.74.20241769

物理学报Acta Physica Sinica





Institute of Physics, CAS

Li₃N添加金刚石单晶的高温高压生长研究

肖宏宇 王帅 康如威 李勇 李尚升 田昌海 王强 金慧 马红安

Study on the growth of Li₂N doped diamond single crystals under HPHT

XIAO Hongyu WANG Shuai KANG Ruwei LI Yong LI Shangsheng TIAN Changhai WANG Qiang JIN Hui MA Hongan

引用信息 Citation: Acta Physica Sinica, 74, 070701 (2025) DOI: 10.7498/aps.74.20241769 CSTR: 32037.14.aps.74.20241769 在线阅读 View online: https://doi.org/10.7498/aps.74.20241769 当期内容 View table of contents: http://wulixb.iphy.ac.cn

您可能感兴趣的其他文章

Articles you may be interested in

触媒组分对高温高压金刚石大单晶生长及裂纹缺陷的影响

Effect of catalyst composition on growth and crack defects of large diamond single crystal under high temperature and pressure 物理学报. 2023, 72(2): 020701 https://doi.org/10.7498/aps.72.20221841

稠密流体氮高温高压相变及物态方程

Phase transition and equation of state of dense liquid nitrogen at high temperature and high pressure 物理学报. 2022, 71(15): 158701 https://doi.org/10.7498/aps.71.20220124

限域条件下氮分子的高温高压诱导聚合

High-pressure high-temperature induced polymerization of nitrogen molecules under restricted condition 物理学报. 2024, 73(8): 086102 https://doi.org/10.7498/aps.73.20240173

立方大腔体静高压装置中叶腊石的传压及密封性能研究

Research on pressure transmission and sealing performance of pyrophyllite in a cubic large chamber static high-pressure device 物理学报. 2024, 73(1): 019101 https://doi.org/10.7498/aps.73.20231087

氢终端单晶金刚石反相器特性

Characteristics of hydrogen terminated single crystalline diamond logic inverter 物理学报. 2022, 71(8): 088102 https://doi.org/10.7498/aps.71.20211447

单晶金刚石探测器对14 MeV单能中子的响应

Response to 14 MeV neutrons for single-crystal diamond detectors 物理学报. 2021, 70(20): 202901 https://doi.org/10.7498/aps.70.20210891