正充电聚四氟乙烯薄膜驻极体 的电荷储存及其动态特性*

张鹏锋* 夏钟福 安振连 吴贤勇

(同济大学波耳固体物理研究所,上海 200092) (2003年11月5日收到 2004年2月20日收到修改稿)

研究了栅控恒压正电晕充电的聚四氟乙烯(PTFE)薄膜驻极体的电荷储存与输运特性,结果显示在 100℃以下 的较低温区和高于 150℃,尤其是高于 180℃的较高温区内慢再俘获效应控制着脱阱电荷的输运;而在约 100— 150℃的温区内快再俘获效应占主导地位.初始表面电位的增加将导致电荷密度衰减加剧,通过合理控制充电参数 和组合热处理工艺,可使同样储存有足够高的电荷密度的正负充电的 PTFE 薄膜驻极体既显示出相近的电荷储存 寿命,又具有突出的电荷稳定性.

关键词:聚四氟乙烯,正充电驻极体,交越现象,电荷稳定性,电荷输运 PACC:7755,7120H,7220J

1.引 言

聚四氟乙烯(Polytetrafluoroethylene, PTFE) 是当 今最重要的商业化非极性有机驻极体材料之一.由 于它突出的空间电荷储存稳定性、高机械强度、罕见 的化学惰性 以及良好的生物相容性等优点使得它 在驻极体传感器和驱动器、驻极体马达、驻极体辐射 计量仪以及宽温区的驻极体空气过滤器等方面得到 了广泛的应用¹⁻⁶¹.然而由于正充电 PTFE 驻极体的 电荷储存稳定性明显低于负充电 PTFE 驻极体 从 而限制了它在驻极体推挽元器件¹¹中的应用.本文 系统地研究了正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体的电 荷储存及其脱阱电荷的输运特性 综合考察了热处 理工艺以及不同初始表面电位(或等效面电荷密度) 对电荷稳定性的影响,从而指出:相对于负充电的 PTFE 通过合理地提高正充电的 PTFE 的初始表面 电位 可使得经相同温度热处理后的正负充电的样 品具有相近的表面电位和类似的电荷储存寿命 实 现了两种极性 PTFE 薄膜驻极体同时呈现优异的电 荷储存能力,并可望利用它们研制成较好的驻极体 推挽元器件,如推挽式驻极体耳机[7],驻极体马

达^[8,9]等,为推动这类新型功能元器件产业化的进程 提供了实验和理论依据.

2. 样品和实验

样品选用 $25\mu m$ 厚的 PTFE 薄膜(Teflon PTFE[®], Dilectrix DF100,美国 Du Pont 公司).样品被单面蒸 镀厚度约为 100nm,直径为 48mm 的圆形铝电极,并 在常温常压下进行栅控恒压电晕充电(HNCs 20000-1ump,德国 Heinzinger 公司),其中针压 ± 10kV,栅膜 间距约为 8.5mm,充电时间为 5min.热刺激放电 (thermally stimulated discharge,TSD)实验是在一个含 有温控程序炉的开路 TSD 系统(T5 402EK,德国 Heraeus 公司;614 多功能表,美国 Keithley 公司)内 从室温到 300℃以 4℃/min 的速率线性升温完成.充 电后样品的表面电位通过补偿法测量(Isoprobe[®], Electrostatic Voltmeter,244型,美国 Monroe 电子 公司).

3. 结果与讨论

3.1. 等效表面电位对正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极

^{*} 国家自然科学基金(批准号 50073016)和德国大众汽车基金(批准号 :1/77365)资助的课题.

[†]E-mail Zhangpengfeng@physics.tongji.edu.cn; 电话 02165982763.

体电荷稳定性的影响

对于优良的非极性驻极体材料,当其充电时的 表面电位趋于饱和后,其可接近或略高于栅压¹¹.因 此通过对栅压的合理调控,可望实现不同的表面电 位.实验指出:如果表面电位(即等效面电荷密度)不 同,它们衰减规律就存在差异.

对于非极性的 PTFE 薄膜驻极体 ,可近似认为 电导率 $G \approx 0$.因此 ,在开路条件下 ,表面电位随时 间的衰减规律为[1,0,11]

$$\frac{V_{s}(t)}{V_{s0}} = 1 - \frac{1}{2} \frac{\tau'}{2t_{0\lambda}} \Big[1 - \exp\Big(-\frac{t}{\tau'}\Big) \Big] , \quad (t \le t_{0\lambda}),$$
(1)

 $= \frac{1}{2} \frac{t_{0\lambda}}{\tau'} \left[1 - \exp\left(-\frac{t}{\tau'}\right) \right]^{-1} , \quad (t \ge t_{0\lambda}) (2)$

式中 V_{s0} 是充电后的初始表面电位 ,载流子的渡越时 间 $t_{0\lambda} = s^2 / \mu V_0$ 是指过剩电荷的分布前沿从其初始 位置(样品自由面)迁移至背电极所用的时间 ,而 τ' = $\epsilon_0 \epsilon_r / \mu_0 eN_r$ 和 μ_0 分别为自由电荷载流子弛豫时 间和迁移率 , N_r 是材料内可利用的陷阱浓度 ,e 为 电子电荷^[11].将(1)和(2)式对时间 t 求导 ,则薄膜 驻极体表面电位 V_s 随时间的衰减为

$$\frac{\mathrm{d}V_{s}(t)}{\mathrm{d}t} = -\frac{1}{2} \frac{\mu V_{s0}^{2}}{s^{2}} \exp\left(-\frac{t}{\tau'}\right) \quad (t \leq t_{0\lambda}), (3)$$
$$= -\frac{1}{2} \frac{s^{2}}{\mu {\tau'}^{2}} \exp\left(-\frac{t}{\tau'}\right)$$
$$\times \left[1 - \exp\left(-\frac{t}{\tau'}\right)\right]^{-2}, \quad (t \geq t_{0\lambda}) (4)$$

(3)(4)式说明, V_s 随时间的衰减和体内过剩电荷 受陷阱调制的迁移率 μ_x 样品厚度s以及 τ' 和 V_s)相 关.对于 PTFE 样品,由于其材料结构及几何尺寸已 为定值,即参量 μ,τ' 和s已经确定,这时的 V_s 随时 间的衰减仅受 V_s 的控制.显然,当 $t \leq t_{0\lambda}$ 时, $\frac{dV(t)}{dt}$ 正比于 V_{s0}^2 ,这是由于 V_s 的初始衰减既正比于驻极 体的电场又正比于在驻极体的电场中运动的电荷 量,而这两者都和 V_s 线性相关.所以在驻极体电荷 衰减的初期阶段, V_s ,越高, V_s 就衰减得越快.

我们的实验结果(图 1)与上述的理论规律完全 一致.例如经过 25 天的存放(常温衰减)栅压 V_g 为 + 3000V的正充电 PTFE 样品的 V_s 已衰减为初始值 的 71% 而 V_g 为 + 1000V的样品 V_s 仍保持为其初 值 V_{s0} 的 98%.图 2则进一步给出了以不同 V_g 进行 常温正电晕充电的 PTFE 驻极体在 150℃时的表面



图 1 常温下经不同栅压正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体在室温 下的表面电位衰减



图2 常温下经不同栅压正电晕充电的 PIFE 薄膜驻极体在 150℃时的表面电位衰减

电位衰减曲线:在储存的初期, V_g 越高,衰减越剧 烈,其中 V_g 为+3000V的衰减最快,即经150℃老化 450min后 V_g 已衰减为 V_g 的29%, 而 V_g 为+200V的 样品表面电位仍保持为初值的65%.值得注意的 是: V_g 分别为+1200V和+1000V的两条衰减曲线 发生了交越现象^{[12,13}(图2),这是因为经过足够长 的充电时间(如 t_p =3—5min)后,它们的 V_g 已达到 接近于各自 V_g 的饱和状态, 而 V_g 较高的样品体内 沉积的电荷密度较大,其体内的自身电场就较强,脱 阱载流子的迁移速率就较快;与此同时,由于脱阱电 荷的发射率也和样品内的自身场有关,自身场越大, 发射率就越高^[12].因此, V_g 较高的样品 相应的电荷 稳定性较差.

3.2. 老化温度的控制及正充电 PTFE 薄膜驻极体脱 阱电荷的动态特性

对大多数的非极性驻极体材料,经常温充电后

的样品或者在一定的高温下老化,或者在适当的高 温下退火,都可能改善驻极体材料的电荷储存稳定 性,这是由于热处理会导致驻极体材料物性的变 迁¹⁴³和电荷重心的内迁移,而对大多数非极性氟聚 合物驻极体材料则能明显地提高其深阱俘获电荷对 浅阱俘获电荷的比例¹¹.



图 3 常温正电晕充电的 PTFE 在不同温度老化后的 TSD 电流谱

图 3 是经常温正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体 分别在室温 100℃ 150℃和 180℃老化 1h 后的 TSD 电流谱.从图可见,和室温老化的 PTFE 薄膜相比, 经100℃老化后的电荷量已经减少,即浅阱内电荷 损失 但脱阱电荷在输运过程中没有明显地被较深 的陷阱再俘获 因此这些电荷大部分被直接迁移至 背电极,并最终和镜像电荷复合,显然,慢再俘获效 应占主导地位:然而从分别经150℃和100℃老化后 的 TSD 谱线对比说明:伴随着浅阱电荷量减少,却 引起深阱电荷量增加 说明相当部分电荷脱阱后 在 向背电极迁移的过程中,被更深的陷阱再俘获,这 时 快再俘获效应占优势 ;经 180℃的更高温度的热 激发后 包括浅阱和较深陷阱内的电荷被更多地激 发 在自身场作用下它们中的多数直接迁移向背电 极 显然 慢再俘获效应再次控制着脱阱电荷的输 运 这是由于过高的热激发温度形成脱阱电荷的活 化能已足以阻止较深和更深陷阱对脱阱电荷的再 俘获

从图 3 的曲线进一步可见,随着老化温度的升高,TSD 电流谱的主峰温向高温区逐步迁移,说明高温老化能有效地提高正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体的电荷稳定性.因此如果合理地提高常温充电的栅压(即增加注入样品的电荷密度),并组合上述的热处理可能实现既含有深阱俘获电荷的较大比例、又有较高剩余电荷密度的长寿命正充电的 PTFE 薄









图 5 常温正、负电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体在 150℃中表面 电位衰减

3.3. 常温正、负电晕充电的 PTFE 薄膜驻极体电荷 储存稳定性的比较

如前所述 驻极体内真实电荷衰减的内因主要 依赖于欧姆传导电流 材料本征性质 和过剩电荷脱 阱后在内场作用下的迁移电流¹¹.研究表明,对于 PTFE 薄膜驻极体,前者的作用比后者弱得多^[15,16], 从而可忽略.这是因为 PTFE 是高绝缘性的非极性 材料,大分子结构中侧基团的高度对称性是这一性 质的结构根源^{5,6]}.图 4 曲线说明常温正、负电晕充 电(V_g 分别为±1000V)的 PTFE 约经3 个月的存放 后 V_s 仅仅分别衰减为 V_{s0} 的 92%和 95%.图5 是在 相同条件下充电后的 PTFE 薄膜驻极体在经 150℃ 老化期间的表面电位衰减,表明经 150℃ 老化 400min后,它们的 V_s 已分别衰减为初值的 40%和 60%.因此,不管是在常温还是高温下,正充电的 PTFE 薄膜驻极体的电荷稳定性都低于负充电的 PTFE ,说明在类似的条件下 ,其过剩电荷的脱阱数 量、脱阱后在自身场推动下向背电极的漂移量及其 迁移速率^[1]均可能大于负电晕充电的样品 ,尤其是 在高温条件下.负充电的 PTFE 的电荷稳定性优于 正充电的 PTFE 的这一结果已被多次证实^[12].

通过调控恒压电晕充电的栅压并组合热处理工 艺可能实现既改善正电晕充电的 PTFE 的电荷稳定 性,又使其储存较高的电荷密度,即让更高比例的电 荷储存在正充电的 PTFE 薄膜驻极体的深阱中.



图 6 用不同栅压分别进行正、负电晕充电的样品在 150℃的表 面电位衰减

如前所述,经 150℃老化 400min 后,正、负电晕 充电样品的 V_s 分别衰减为 V_s 的 40%和 60%.因此和负充电的同样厚度的 PTFE 薄膜相比,如果采 用提高常温正充电的 V_g 即提高经常温充电后沉积 于样品内的等效面电荷密度)同时组合适当高温下 的老化处理,可能实现老化后正负电晕充电样品的 V_s 接近一致.如图 6 所示,如果正负充电的样品的 V_g 分别为 + 1900V和 - 1000V,再经 150℃老化 400min,其剩余表面电位已分别为 + 643V和 - 635V (分别为初值的 34%和 63%).图中两条曲线衰减的 趋向指出,在经过 5h 的老化后,随着老化时间的延 长,正、负充电的 PTFE 薄膜驻极体的表面电位已不 再衰减,即使在 150℃的高温下,两种极性的 PTFE 薄膜驻极体都呈现出突出的电荷稳定性.因此,利用 合理地提高正电晕充电栅压和调控高温老化的相关 参数,可能使两种极性的 PTFE 薄膜驻极体,既沉积 了较高的电荷密度,同时呈现长电荷储存寿命,因此 适合于研制驻极体推挽元器件的芯片储电层.

4.结 论

 正充电的 PTFE 薄膜驻极体的脱阱电荷输运 的规律是:从室温到 100℃,慢再俘获效应控制脱阱 电荷的输运;100—150℃,快再俘获效应占优势;而 在 150℃尤其是在 180℃以上,慢再俘获效应再次控 制着脱阱电荷的输运.

2. 经栅控恒压正电晕充电的 PTFE 薄膜驻极 体 栅压越高 ,电荷稳定性越差 ;高温老化能明显地 改善正充电的 PTFE 薄膜驻极体的电荷稳定性.即 合理地控制注入样品的电荷密度并辅以热处理技术 可能形成既储存了较高电荷密度又呈现长电荷寿命 的 PTFE 薄膜驻极体.

- [1] Xia Z F 2001 Electrets(Beijing: Science Press) p112 263 275 305 (in Chinese]夏钟福 2001 驻极体(北京:科学出版社)第 112,263 275 305页]
- [2] Xia Z F 1992 J. Appl. Science 10 174(in Chinese] 夏钟福 1992 应用科学学报 10 174]
- [3] Wu Y H Xia Z F , Wang F P and Qiu X L 2003 Acta Phys. Sin. 52
 246(in Chinese] 吴越华、夏钟福、王飞鹏、邱勋林 2003 物理
 学报 52 246]
- [4] Remke R L and von Seggern H 1983 J. Appl. Phys. 54 5262
- [5] Xia Z F ,Ma S S ,Qiu X L and Zhang Y W 2003 J. Electrostatics 58 265
- [6] Xia Z F, Ma S S, Qiu X L, Wu Y H and Wang F P 2003 J. Electrostatics 59 57
- [7] Sessler G M and West J E 19

Copenhagen N55

- [8] Jefimenko O D 1983 Am. J. Phys. 51 988
- [9] Gerhard-Multhaupt R 1985 Am. J. Phys. 53 375
- [10] Reiser A Lock M W B and Knight J 1969 Trans. Faraday Soc. 65 2168
- [11] Wintle H J 1974 Thin Solid Films 21 83
- [12] Sahli S, Bellel A, Ziari Z, Kahlouche A and Segui Y 2003 J. Electrostatics 57 169
- [13] Sonnonstine T J and Perlman M M 1975 J. Appl. Phys. 46 3975
- [14] Gross B Sessler G M and West J E 1974 Appl. Phys. Lett. 24 351
- [15] Xia Z F ,Ding H ,Yang G ,Lu T J and Sun X M 1991 IEEE Trans. Electr. Insul. 26 35
- [16] Xia Z F Jiang J and Ding H 1992 Chinese Phys. Lett. 9(1) 33

Charge storage and its dynamics in positively corona charged polytetrafluoroethylene film electrets *

Zhang Peng-Feng Xia Zhong-Fu An Zhen-Lian Wu Xian-Yong

(Pohl Institute of Solid State Physics, Tongji University, Shanghai 200092, China)
 (Received 5 November 2003; revised manuscript received 20 February 2004)

Abstract

In this paper , charge storage and its dynamics in positively corona charged polytetrafluoroethylene(PTFE) film electrets have been studied. It is found that from room temperature to 100° C and from about 150° C, especially from 180° C to higher temperatures , slow retrapping controls the transport of detrapped charge ; however , from about 100° C to 150° C the fast retrapping plays a dominant role. The increase of the initial surface potential will lead to a significant decay of charge density , so by means of properly controlling the charging parameter and the heat treatment process we can get positively and negatively charged PTFE film electrets with the same charge density , which not only have a similar charge storage life but also an outstanding charge storage stability.

Keywords : polytetrafluoroethylene , positively charged electret , cross-over phenomena , charge stability , charge transport PACC : 7755 , 7120H , 7220J

^{*} Project supported by the National Natural Science Foundation of China(Grant No. 50073016) and the Volkswagen Foundation of Germany(Grant No. I/77365).