网络出版时间: 2019-1-3 17:26 网络出版地址: http://kns.cnki.net/kcms/detail/34.1065.r. 20181230.1809.017.html

负热膨胀材料 Zr₂ WP₂ O₁₂ 调控牙科氧化 告陶瓷膨胀系数的研究

郑现涛 程 涛

摘要 目的 介绍一种调节牙科氧化锆(ZrO₂)热膨胀系数 (CTE)的方法,减少临床因氧化锆核瓷与饰瓷 CTE 不匹配 导致饰瓷的崩瓷。方法 采用固相烧结法制备 Upcera ZrO₂/Zr₂WP₂O₁₂复合陶瓷。采用X射线衍射(XRD)、热膨 胀仪(DIL)、扫描电子显微镜(SEM)对样品进行测试和分 析,并测试和分析了制备的复合陶瓷样品的力学性能。结果

Upcera $ZrO_2 / Zr_2WP_2O_{12}$ 复合陶瓷的 CTE 在一定小范围内 [$Zr_2WP_2O_{12}$ (ZWP)的质量分数 <3 wt%]随着负热膨胀材料 (NTE) ZWP 的增加而逐渐降低。当负热膨胀材料 ZWP 的 质量分数为 2 wt% 时, Upcera ZrO_2 / ZWP 复合陶瓷的力学性 能最佳,与 Upcera ZrO_2 陶瓷制备的样品接近,差异无统计学 意义(P > 0.05),此时复合陶瓷的膨胀系数为 9.6 × $10^{-6}/^{\circ}$ 介于 Upcera ZrO_2 与饰瓷之间。结论 负膨胀材料 ZWP 可以有效调节 Upcera ZrO_2 的膨胀系数,两者复合而成 的复合陶瓷的膨胀系数介于 Upcera ZrO_2 与饰瓷之间,且能 够满足临床对力学性能的要求。

关键词 氧化锆; 饰瓷; 热膨胀系数; 负热膨胀材料; Zr₂WP₂O₁₂

中图分类号 R 783.1

文献标志码 A 文章编号 1000 - 1492(2019)01 - 0085 - 05 doi: 10.19405/j.cnki.issn1000 - 1492.2019.01.017

氧化锆(zirconia ,ZrO₂) 全瓷冠解决了纯 ZrO₂ 不具备天然牙半透明色的问题 ,但相比于其他全瓷 及金属烤瓷修复体 ,更容易出现崩瓷^[1]。为增加核 瓷与饰瓷的结合强度 ,国内外的研究重点在于 ZrO₂ 核瓷的表面处理^[2]。饰瓷在烧结降温过程中 ,因与 核瓷热膨胀系数(coefficient of thermal expansion , CTE) 的差异而产生残余应力 较大的残余应力可引 起崩瓷和脱瓷^[3] 因此 CTE 的匹配^[4-5] 是影响核瓷 与饰瓷结合强度的重要影响因素之一。国产 3Y-TZP ZrO₂ 在 25 ~ 600 ℃之间的 CTE 约为 10.5 ×

2018-08-01 接收

基金项目:中国博士后科学基金项目(编号:2017T100805);河南省 科技攻关项目(编号:182102310015)

作者单位:郑州大学第一附属医院口腔科,郑州 450052 作者简介:郑现涛,男,硕士研究生;

> 程 涛,男,主任医师,硕士生导师,责任作者,E-mail: zzskqyy@sina.com

 10^{-6} /℃^[6] ,而饰瓷的约为 7.07 × 10^{-6} /℃ ~ 9.6 × 10^{-6} /℃^[7-8] ,两者匹配性较差。该实验创新性地采 用负热膨胀材料(negative thermal expansion materials ,NTE) Zr₂WP₂O₁₂(简称 ZWP) 与国产爱尔创氧化 锆(Upcera ZrO₂) 复合 ,制备 Upcera ZrO₂ / ZWP 复合 陶瓷 ,使调节后的氧化锆复合陶瓷的 CTE 与饰瓷接 近 ,并检测了复合陶瓷抗弯强度和弹性模量。

1 材料与方法

1.1 材料与设备

 1.1.1 材料 ZWP 粉末(实验前期已制备),分析 纯 SiO₂,分析纯 Al₂O₃,Upcera ZrO₂ 粉末(Upcera ZrO₂ 素坯研磨所得,其成分: ZrO₂ ≥92.2%,Y₂O₃:
 4.5%~6.0%,HfO₂≤0.8%,Al₂O₃≤0.5%,其他氧 化物≤0.5%)。

1.1.2 实验设备 电子分析天平(R2140)购自美 国奥豪斯公司;粉末压片机购自天津市科器高新技 术有限公司;电热鼓风干燥箱(DHG-9076A)购自上 海浦东荣丰科学仪器有限公司;微型等静压机购自 太原中平科技股份有限公司;高温箱式炉(AY-BF-666-170)购自河南安迪高温制品有限公司;热膨胀 仪(LINSEIS DIL L76)购自德国林赛斯公司;X射线 衍射仪(Bruker D8 Advance)购自荷兰帕纳科公司; 电子扫描显微镜(EVO15)购自日本 JEOL 公司;行 星球磨机(MS - 5F)购自合肥科晶材料技术有限公 司;电子万能试验机(WDW - 5C)购自上海华龙测 试仪器股份有限公司。

1.2 方法 本实验共设计 6 组 ,第 1 组为对照组 , 各组的成分及其质量分数见表 1。

1.2.1 各组实验样品的制备与烧结 按照表1分 别称量各组材料,在行星球磨机中研磨10h后放入 120℃鼓风干燥箱中0.5h。分别称量各组已混合 的粉末 在模具中压制成直径为8 mm,长度5 mm 的圆柱状压片,每组3个;规格5 mm×10 mm×40 mm的长方体试件,每组5个。将上面所有样品放 入微型等静压机中,在325 MPa压力下保持30 min。 然后在1480℃箱式高温炉中保温4h。每组的3个 圆柱状压片,随机编号1号、2号、3号,1号压片用 来测试 CTE;2号压片用于电子扫描电镜观察;3号 压片用于测试 X 射线衍射;每组的5个长方体试件 用以测试三点弯曲强度和弹性模量。

表1 各组成分及质量分数

组别	成分	质量分数
第一	Upcera ${\rm ZrO}_2$	100 wt%
第二	Upcera ZrO_2 , ZWP_SiO_2 ,	96 wt%、1 wt%、2 wt%、
	Al_2O_3	1 wt%
第三	Upcera ZrO_2 , ZWP , SiO_2 ,	95 wt%、2 wt%、2 wt%、
	Al_2O_3	1 wt%
第四	Upcera ${\rm ZrO}_2\mbox{,} {\rm ZWP}\mbox{,} {\rm SiO}_2\mbox{,}$	94 wt%、3 wt%、2 wt%、
	Al_2O_3	1 wt%
第五	Upcera ${\rm ZrO}_2\mbox{,}{\rm ZWP}_2\mbox{,}$	93 wt%、4 wt%、2 wt%、
	SiO_2 , Al_2O_3	1 wt%
第六	Upcera ${\rm ZrO}_2\mbox{,} {\rm ZWP}\mbox{,} {\rm SiO}_2\mbox{,}$	92 wt% 5 wt% 2 wt%
	Al_2O_3	1 wt%

1.2.2 Upcera ZrO₂/ZWP 复合陶瓷的表征及物理 性能检测 ① X 射线衍射(X-ray diffraction,XRD) 检查物相组成(Cu 靶,Kα 线,波长 $\lambda = 0.15405$ nm 扫描范围 10°~80°);② 热膨胀仪(dilatometer, DIL)测试膨胀性质,升温速率为5℃/min,测试温 度为 25~600℃);③ 扫描电子显微镜(scanning electron microscope SEM)观察样品的表面微观形貌; ④ 微机控制电子万能试验机测试三点弯曲实验:加 载头直径 10 mm,每组试件跨距均为 20 mm 加载载 荷 5 kN,加载速率 0.2 mm/min。

1.3 统计学处理 采用 SPSS 17.0 进行统计分析, 数据以 $\bar{x} \pm s$ 表示,检验水准 $\alpha = 0.05$,以 P < 0.05为差异有统计学意义。利用 S-K 检验方法和 Levene 检验方法对各组样品的抗弯强度和弹性模量进行正 态性检验和方差齐性检验,结果均服从正态分布和 方差齐性。各组间定量资料比较采用单因素方差分 析,第一组与其余各组之间的比较采用独立样本 t检验。

2 结果

2.1 Upcera ZrO₂/ZWP 复合陶瓷的 XRD 图谱 第三组(C)、第六组(B)的 Upcera ZrO₂/ZWP 复合 陶瓷的 XRD 衍射图,作为此实验复合陶瓷的 XRD 分析对象。① 对比 B、C、D 的峰,可以看出复合陶 瓷的主要成分为 ZrO₂;② 对比 A、B、C 的峰可以看 出 ZWP 对应的峰比较少,呈散在分布,见图 1。这 说明 Upcera ZrO_2 和 ZWP 之间并没有发生化学反应 仍为独立的相。



图 1 Upcera ZrO₂ / ZWP 复合陶瓷的 XRD 图谱 A: 标准的 ZWP 衍射图; B: 第六组复合陶瓷的 XRD 图谱; C: 第 三组复合陶瓷的 XRD 图谱; D: 标准的 ZrO₂衍射图

2.2 Upcera ZrO₂/ZWP 复合陶瓷的膨胀性质 各组样品和 ZWP 从室温到 400 ℃的长度的相对变 化量(dL/L) 随温度的变化曲线图见图 2。直线的斜 率代表着复合陶瓷的 CTE ,从图中可以看出:①随 着 ZWP 含量的增加 ,复合陶瓷的 CTE 逐渐减小;② ZWP 的含量在 1% 和 2% 时复合陶瓷的 CTE 线性较 好 ,表示复合陶瓷随线性温度变化膨胀变化率较为 稳定。③ ZWP 的含量在 3% 时开始出现 CTE 不稳 定现象 膨胀曲线出现大幅度弯曲 ,尤其在 300 ℃ ~ 400 ℃时 ,曲线斜率变小 ,复合陶瓷随温度升高 ,长 度的相对变化量逐渐降为零。ZWP能有效调节氧



图 2 Upcera ZrO₂ / ZWP 复合陶瓷的膨胀曲线图

1~4: 第一组至第四组的膨胀曲线; 5: ZWP 的膨胀曲线; 6、7: 第 五组和第六组的膨胀曲线 化锆的 CTE,超过 3% 便会出现异常现象。④ ZWP 的含量在 4% 和 5% 时, ZWP 的含量已经过高,复合 材料的膨胀曲线变得紊乱无规律。采用数据分析和 绘图软件 Origin 8 Evaluation 处理热膨胀仪得到数 据,可以得到各样品从室温到 400 °C 之间的平均 CTE。鉴于第五组和第六组的曲线无法精确计算, 所以只计算出其余各组的 CTE,第一组至第四组的 CTE 分别为: 10.6×10^{-6} °C 9.8 × 10^{-6} °C 9.6 × 10^{-6} °C 6.9 × 10^{-6} °C 9.8 × 10^{-6} °C 9.6 × 10^{-6} °C 6.9 × 10^{-6} °C 0 以看出: Upcera ZrO₂ 的 CTE 已被成功地从 10.6 × 10^{-6} °C 调节到 6.9 × 10^{-6} °C 。

2.3 Upcera ZrO_2/ZWP 复合陶瓷的 SEM 图谱 图 3 ~ 7 均是第四组 Upcera ZrO_2/ZWP 复合陶瓷的 SEM 图。SEM 图中可以看出:① 复合陶瓷的致密 度较高 在放大30 000倍的情况下也只是见到很少 空隙;② 复合陶瓷的颗粒形态较为规则,大小均匀, 氧化锆颗粒的大小尺寸约为 0.5 μ m,达到亚微米 级 ZWP 颗粒的大小尺寸为 1 ~ 2 μ m;③ 样品的微 观组织为嵌入式的复合结构,近圆形的 ZrO₂ 颗粒包 裹在片状或块状的 ZWP 周围,形成固熔体,ZrO₂ 颗粒与ZWP颗粒之间界面清晰,这与XRD的结果



图 3 复合陶瓷 SEM 图 ×500 C: 样品表面残留砂纸上的杂质



图 4 复合陶瓷 SEM 图 ×1 000 C: 样品表面残留砂纸上的杂质

一致,说明ZrO₂并未与ZWP发生反应,达到复合目的;④ 图中 D 疑为SiO₂熔融后结晶形成的絮状晶体结构,该结构的存在为后期研究 Upcera ZrO₂/ZWP 复合陶瓷与饰瓷之间的化学结合力奠定了基础。



A: ZrO₂ 颗粒; B: ZWP 颗粒



图 6 复合陶瓷 SEM 图 ×15 000

A: ZrO₂ 颗粒; B: ZWP 颗粒; D: 疑为 SiO₂ 熔融后结晶而成的絮 状晶体结构



图 7 复合陶瓷 SEM 图 ×30 000 A: ZrO₂ 颗粒; B: ZWP 颗粒; D: 疑为 SiO₂ 熔融后结晶而成的絮 状晶体结构

2.4 各组样品的三点弯曲强度和弹性模量 每组 样品三点弯曲强度总体均数和三点弯曲弹性模量总

体均数见表 2。从表可以看出: ① Upcera ZrO, 样品 平均抗弯曲强度和平均弹性模量分别为 284.01 MPa、10.84 GPa, 而商家提供的 Upcera ZrO, 陶瓷的 抗弯曲强度1 000 MPa、200 GPa 前期实验检验高温 炉时烧结的 Upcera ZrO,素坯抗弯强度达到 996 MPa,由此可见,本实验样品的制备条件影响到复合 陶瓷的真实值。② 随着负膨胀材料 ZWP 含量的增 加 Upcera ZrO₂ / Zr₂WP₂O₁₂复合陶瓷的三点弯曲强 度和弹性模量 整体趋势是逐渐降低 但第二组的样 品三点弯曲强度和弹性模量比第三组小。6 组抗弯 强度单因素方差分析结果: F = 53.647, P < 0.05, 6 组抗弯强度之间至少两组之间差异有统计学意义;6 组弹性模量单因素方差分析结果: F = 9.719 , P < 1000.05 6 组弹性模量之间至少两组之间差异有统计 学意义。以第一组的样品三点弯曲强度的平均值 284.01 MPa, 弹性模量的平均值 10.84 GPa 为对照 组,分别与其余各组进行独立样本 t 检验,得到 P 值,见表2。结果只有第三组的抗弯强度和弹性模 量与第一组接近,差异无统计学意义(P>0.05)。 其余各组与第一组差异均有统计学意义(P < 0.05)。这说明若是以第一组为标准,第三组的抗 弯强度和弹性模量均能满足临床要求 其余组达不 到临床要求。

表 2 各组样品抗弯强度和弹性模量值

组别	样本量·	项目一		项目二	
		抗弯强度(MPa)	P 值	弹性模量(GPa)	P 值
第一	5	284.01 ± 58.61	1.000	10.84 ± 2.65	1.000
第二	5	185.32 ± 24.73	0.001^{*}	7.41 ± 1.02	0.001^{*}
第三	5	282.69 ± 4.93	0.581	10.56 ± 0.86	0.106
第四	5	168.63 ± 21.01	< 0.001*	6.71 ± 0.68	< 0.001*
第五	5	70.33 ± 3.46	< 0.001*	3.05 ± 0.35	< 0.001*
第六	5	40.98 ± 7.46	< 0.001*	1.93 ± 0.38	< 0.001*

与第一组比较:^{*} P < 0.05

3 讨论

ZrO₂ 与饰瓷的界面的结合强度是全瓷修复体 中最薄弱的环节^[9]。Belli et al ^[10]研究了 ZrO₂ 核瓷 与饰瓷 CTE 的差距对残余应力的影响,证实当两者 CTE 接近时(+0.3 ppm/℃)比相差 1.4 ppm/℃有 更少的残余应力,从而减少全瓷冠的失败。材料的 CTE 具有加和性,NTE 常与其他材料复合,理论上 来说,复合材料的 CTE 可以任意调控的^[11]。Zhang et al ^[12]将负热膨胀材料 ZWP 与 ZrO₂ 复合,制备出 ZWP/ZrO₂ 复合材料,实验表明随着负热膨胀材料 ZWP 的含量增加 ,复合材料的 CTE 可以从 4.1 × 10⁻⁶/K 调整到 – 3.3×10⁻⁶/K。本实验通过负膨胀 材料 ZWP 与 Upcera ZrO₂的复合 ,成功制备出 CTE 介于 ZrO₂ 核瓷与饰瓷之间的 Upcera ZrO₂/ZWP 复 合陶瓷 ,XRD 及 SEM 相互佐证两者之间没有发生 化学反应 ,而是形成了共熔体。复合陶瓷中的 SiO₂ 和 Al₂O₃ ,一方面便于后期增加与饰瓷之间的化学 结合 ,另一方面 ,复合陶瓷中的 SiO₂ 在高温条件下 产生液相^[13] ,有利于复合陶瓷的致密性。下一步实 验还需进一步探究图 7 中絮状晶体结构是否为 SiO₂。

ZrO₂ 陶瓷的力学性能与粉体粒径、陶瓷成型方 法等关系密切。ZrO。的相变温度会随着粉体颗粒 直径的减小而降低,当颗粒足够小时能使高强度的 四方 ZrO,保存至室温。当晶粒尺寸介于临界相变 增韧尺寸范围内 就可以在应力诱导下引发 ZrO₂ 的 马氏体相变增韧,增加ZrO,的机械强度。李翔 等^[14]研究了原料粉体的粒径(301.9~444.8 nm)对 氧化钇稳定的四方多晶氧化锆陶瓷(Y-TZP) 晶粒尺 寸和断裂韧性的影响,显示随着粉体粒径的减小,Y-TZP 的晶粒尺寸逐渐增大,应力诱导相变量增加,断 裂韧性增大,当粉体粒径为301.9 nm时,应力诱导 相变量和断裂韧性均达到最大。ZrO,成型压力也 会对其力学性能产生影响,随着压力的增加,ZrO, 颗粒的迁移距离减少 坯体气孔含量相对减少 有利 于烧结和致密化^[15],但压力太高会使 ZrO, 晶粒尺 寸超过临界相变尺寸,致使冷却过程中产生了一定 量的单斜相 ZrO。降低力学性能。本实验样品粉体 颗粒未能达到纳米级,且颗粒大小均一性较商家的 坯体差,这就影响到马氏体增韧的效果;样品成型压 力开始可能过大,另外微型等静压机的压力未能保 持稳定 而是在不断降低 成型压力的大小未得到保 证; 商家的坯体经过初步烧结后直接进行二次烧结, 而本实验是将已经初步烧结的坯体研磨再成型烧 结 破坏了初步烧结时的坯体致密结构。因此实验 样品的粉体粒径 成型后的样品致密性与商家初步 烧结的坯体存在很大差距,这必然会影响到 Upcera ZrO₂/ZWP 复合陶瓷的真实强度,真实值应该远大 于测量值。若达到商家的制作工艺,第一组样品是 能达到临床要求的,所以本实验以第一组 Upcera ZrO,制备的样品作为对照组,减少实验因素对实验 结果造成的影响 综合比较分析 第三组的复合材料 的综合性能最佳,与第一组差异无统计学意义,也就 是说达到商家制作工艺的基础上 Upcera ZrO₂/ZWP

复合陶瓷的机械性能是可以满足临床要求的,达到 了实验目的,为后期与饰瓷结合的研究奠定基础。

比较六组的 CTE,对于前四组来说,CTE 随着 ZWP 的含量增加而逐渐降低,说明负膨胀材料 ZWP 对 Upcera ZrO₂ 的 CTE 能有效调节。但对于最后两 组 膨胀曲线却出现异常现象,以及第二组的机械性 能比第三组低,这些问题的原因很可能与 ZWP 的含 量有关,过高或过低的含量影响到了调控的机制,具 体原因有待进一步探索。

参考文献

- [1] Preis V, Letsch C, Handel G, et al. Influence of substructure design, veneer application technique, and firing regime on the *in vitro* performance of molar zirconia crowns [J]. Dent Mater, 2013, 29(7): e113 – 21.
- [2] 蒋晓芳.不同表面处理方式对氧化锆基底一饰瓷双层瓷结合 性能影响的研究[D].济南:山东大学 2016.
- [3] Sebastiani M, Massimi F, Merlati G, et al. Residual micro stress distributions in heat – pressed ceramic on zirconia and porcelain-fused to metal systems: analysis by FIB-IC ring-core method and correlation with fracture toughness [J]. Dent Mater 2015, 31 (11):1396 – 405.
- [4] 林 苇,朱智敏,凤渝蓉,等.循环载荷对两种不同底层瓷的 复层结构陶瓷强度的影响[J].安徽医科大学学报,2013,48 (10):1225-7.
- [5] Naji G A , Omar R A , Yahya R. Influence of sodalite zeolite infil-

tration on the coefficient of thermal expansion and bond strength of all-ceramic dental prostheses [J]. J Mech Behav Biomed Mater , 2017 , 67:135-43.

- [6] 秘婷婷. 国产 RF 型氧化锆陶瓷与国外同类产品相关性能的 对比研究[D]. 西安: 第四军医大学, 2011.
- [7] 王 航,巢永烈,廖运茂,等.一种全瓷桥核型材料与饰瓷的 热匹配性研究[J]. 临床口腔医学杂志,2000,16(4):230 –
 1.
- [8] 丁 洁,王伟峰,辛海涛,等.不同厚度饰瓷与基底瓷双层结 构全瓷桥残余应力的有限元分析[J].临床口腔医学杂志, 2012,28(6):333-6.
- [9] Al Amleh B, Neil W J, Lyons K, et al. Influence of veneering porcelain thickness and cooling rate on residual stresses in zirconia molar crowns[J]. Dent Mater, 2014, 30(3): 271–80.
- [10] Belli R , Frankenberger R , Appelt A , et al. Thermal-induced residual stresses affect the lifetime of zirconia-veneer crowns [J]. Dent Mater , 2013 , 29(2):181-90.
- [11] 戚瑞琼. Zr2P2W012 及其复合材料的制备与性能研究[D].郑州: 郑州大学, 2015.
- [12] Zhang Z P , Sun W , Liu H , et al. Synthesis of $Zr_2\,WP_2\,O_{12}\,/ZrO_2$ composites with adjustable thermal expansion [J]. Front Chem , 2017 , 5: 105.
- [13] 李小倩. 基于 MAM 自由成形技术的 ZrO₂ 全瓷牙冠制备工艺 研究[D]. 武汉: 华中科技大学, 2013.
- [14] 李 翔,张秀香,戴姣燕,等.粉体粒径对氧化锆陶瓷断裂韧 性的影响[J].机械工程材料,2016,40(10):75-8.
- [15] 陈 诚. 氧化锆烧结过程的原位测量及致密化机理研究[D]. 武汉:华中科技大学,2016.

Study on the adjustment of the expansion coefficient of dental zirconia ceramic with the negative thermal expansion material Zr₂ WP₂ O₁₂

Zheng Xiantao , Cheng Tao

(Dept of Prosthodontics, The First Affiliated Hospital of Zhengzhou University, Zhengzhou 450052)

Abstract *Objective* To introduce a method of adjusting the coefficient of thermal expansion of dental zirconia ceramic , which contributing to reduce the chipping of the veneering porcelain caused by the mismatch of the expansion coefficients of zirconia and veneering porcelain. *Methods* Upcera $ZrO_2 / Zr_2WP_2O_{12}$ composite ceramic was synthesized by solid-state reaction method. XRD , DIL and SEM were used to test and analyze the composite samples and mechanical properties of the composite samples were investigated too. *Results* The expansion coefficients of Upcera $ZrO_2 / Zr_2WP_2O_{12}$ composites decreased with the mass fraction of the negative thermal expansion material (NTE) $Zr_2WP_2O_{12}$ increasing in a small range (the mass fraction of $Zr_2WP_2O_{12} < 3\%$). When the weight percentage of $Zr_2WP_2O_{12}$ was 2%, the mechanical properties of the Upcera $ZrO_2 / Zr_2WP_2O_{12}$ composites were best and close to Upcera ZrO_2 , without any statistical significance (P > 0.05). And its expansion coefficient was 9.6×10^{-6} /°C , between the expansion coefficients of zirconia and veneering porcelain. *Conclusion* The negative thermal expansion material Zr_2WP_2O_12 can adjust the expansion coefficient of Upcera ZrO_2 effectively. And the expansion coefficient of Upcera $ZrO_2 / Zr_2WP_2O_{12}$ composite is between the expansion coefficients of zirconia and veneering porcelain. *Key words* zirconia; veneering porcelain; coefficient of thermal expansion materials; $Zr_2WP_2O_{12}$