文章编号: 0253-374X(2022)06-0906-09

DOI: 10. 11908/j. issn. 0253-374x. 21287

重载顶推装备滑动副的摩擦磨损机理

梁 敖, 卞永明, 邵 杰, 杨继翔, 刘广军 (同济大学机械与能源工程学院,上海 201804)

摘要:为了研究重载顶推装备滑动副的摩擦磨损性能,提出 一种可以模拟重载顶推装备顶推过程的试验台,研究以聚四 氟乙烯(PTFE)/丙烯腈-丁二烯-苯乙烯(ABS)/二硫化钼 (MoS₂)复合材料和0Cr18Ni9不锈钢组成的滑动副在不同载 荷且无润滑工况下,摩擦因数变化趋势并揭示摩擦副的磨损 机理。利用扫描电子显微镜(SEM)和能谱仪(EDS)对滑动 副磨损后的表面微观形貌和化学成分进行分析。研究结果 表明:随着滑动次数的增加,滑动副摩擦因数呈先增大后减 小,最后趋于稳定的变化趋势。重载下滑动副摩擦因数初始 值高于轻载下摩擦因数,但最终稳定值低于轻载下摩擦因 数。轻载下主要磨损机制表现为磨粒磨损和黏着磨损;而重 载下主要磨损机制表现为黏着磨损和疲劳磨损。

关键词: 磨损机制;摩擦因数;重载顶推装备滑动副;复合材料;0Cr18Ni9不锈钢
中图分类号: TH117.1
文献标志码: A

Friction and Wear Mechanism of Sliding Pairs for Incremental Launching Equipment

LIANG Ao, BIAN Yongming, SHAO Jie, YANG

Jixiang, LIU Guangjun

(School of Mechanical Engineering, Tongji University, Shanghai 201804, China)

Abstract: In order to study the friction and wear performance of sliding pair of incremental launching equipment, a wear test-bed which can simulate the working process of incremental launching equipment is proposed. Tribological tests for the sliding pair composed of acrylonitrile butadiene styrene (ABS) and molybdenum disulfide (MoS_2) reinforced polytetrafluorethylene (PTFE) and 0Cr18Ni9 stainless-steel were conducted on the wear test-bed. At different loads without lubrication, the variation of friction coefficient of friction pair was discussed and the wear mechanism of the friction pair was revealed. The microscopic and chemical composition of the worn surface for the sliding pairs were discussed by using scanning electron microscope (SEM) and energy dispersive spectrometer (EDS). The results show that, with the increase of sliding times, the friction coefficient of the sliding pair first increases, then decreases, and finally stabileizes. Moreover, the initial value of friction coefficient at heavy load is larger than that at light load, but the final stable value is smaller than that at light load. At light load, the main wear mechanism is abrasive wear and adhesive wear. However, at heavy load, the main wear mechanism is adhesive wear and fatigue wear.

Key words: wear mechanism; coefficient of friction; sliding pair of incremental launching equipment; composite; 0Cr18Ni9 stainless-steel

顶推施工方法。由于不受地形或地质条件的限制,可 究施工方法。由于不受地形或地质条件的限制,可 充分利用桥墩结构,降低了对大型施工设备的需求, 而被广泛应用于预应力混凝土等截面连续桥梁或斜 拉桥的施工建设中。在顶推施工中,利用引道等施 工便利的场地完成钢桥的拼装或混凝土桥梁的预 制,再通过顶推装备将桥梁结构移动至最终位置^[1,2]。 目前许多研究学者主要关注施工中桥梁的应力应变 及变形情况^[34]或顶推时的自动控制系统的研究^[5], 而对重载顶推装备自身结构零部件研究相对较少。 但在顶推施工中,使用重载顶推装备可有效降低桥 墩承受的水平载荷,减小对桥梁底部的损伤,同时也 可以实现多点同步顶推^[6]。换而言之,采用顶推装 备可以提高施工效率,增强施工质量,降低施工成 本。并且该装置已广泛应用于诸多桥梁的施工中,

通信作者: 卞永明(1966—),男,教授,博士生导师,工学博士,主要研究方向为智能施工技术与装备关键技术,大型 复杂机械系统实时网络控制理论与工程应用等。 E-mail: ymbianmail@163.com



收稿日期: 2021-06-26

基金项目:国家自然科学基金项目(51875412)

第一作者:梁敖(1993—),女,博士生,主要研究方向为重大工程施工装备及技术。E-mail: liang-86@tongji.edu.cn

如著名的九堡大桥^[7]。因此,对顶推装备自身零部件的研究显得尤为重要。

重载顶推装备主要由支撑顶升油缸、顶推移动 油缸、横向调整油缸、滑动副、上部结构和下部结构 等组成,如图1所示^[8]。顶推装备通过滑动副的面-面接触实现预定操作,滑移面的承载能力以及摩擦 磨损性能决定了整个装备的工作状态,进而影响了 施工效率和可靠性。因此,滑动副的材料及摩擦磨 损机理受到了研究者们的关注。从1960年以来,聚 四氟乙烯(PTFE)和不锈钢就被广泛用作桥梁支 座^[9-10]。PTFE是一种含氟聚合物,属于热塑性材 料,其低摩擦因数、高耐热和自润滑等性能已得到认 可[11-12],为顶推施工滑动副的材料提供了很好的选择 性。许多研究学者通过试验方法计算了其摩擦因 数。例如,Dorafshan等^[13]主要测量了在不同润滑条 件下PTFE支座的摩擦因数值,并进行了对比分析。 Ala等^[14]主要分析了接触载荷和移动距离对 PTFE 材料的磨损量和摩擦因数的影响。尽管PTFE材料 自身有很多优点,但仍有一些不足,如弹性不足,耐 磨性和抗蠕变性能较差^[15]。因此需要在PTFE里填 充其余材料来改变其力学性能和抗磨损性能。对于 PTFE的改性,二硫化钼(MoS₂)由于自身分子结构 特征被视为有效的固体润滑剂^[16]。Kawakame 和 Bressan^[17]发现用玻璃纤维(GF)和MoS₂对PTFE改 性后的复合材料在电机密封件中表现出了良好的耐 磨性。大多数研究都是用摩擦因数以及磨损情况来 评价PTFE复合材料的摩擦性能。对于顶推装备滑 动副而言,了解其磨损演化过程及作用机理,进而优 化材料的摩擦磨损性能,可以达到减少施工时间,提 高施工效率的目的。然而,目前对这一领域的研究 比较欠缺。

本文主要研究在轻载和重载无润滑条件下顶推



图 1 重载顶推装备结构^[8] Fig. 1 Incremental launching equipment^[8]

装置滑动副的摩擦学性能及磨损机理。提出了一种 模拟顶推装置工作过程的试验台。以顶推装备实际 使用的聚四氟乙烯(PTFE)/丙烯腈-丁二烯-苯乙烯 (ABS)/二硫化钼(MoS₂)复合材料和0Cr18Ni9不锈 钢组成的滑动副为研究对象,研究摩擦因数随滑动 次数的变化情况。从微观角度观察摩擦副磨损后的 表面形貌,分析摩擦副表面磨损演变过程并揭示出 磨损机理,为提高重载顶推装备滑动副的使用寿命 提供了试验依据。

1 试验部分

1.1 试验材料

以 PTFE/ABS/MoS₂复合材料和 0Cr18Ni9不 锈钢作为摩擦副试件,其材料主要性能参数如表1 所示。PTFE/ABS/MoS₂复合材料是以高分子材料 与不同单体共聚,经各种添加剂改性和特殊合成工 艺制成的自润滑复合材料。试验中,复合材料垫初 始尺寸为 400 mm×200 mm×30 mm, 0Cr18Ni9不 锈钢垫初始尺寸为1 500 mm×300 mm×5 mm, 0Cr18Ni9不锈钢板的化学成分如表2所示。

	表 l 试件的王要性能参数
Tab. 1	Main performance parameters of material

材料	材料密度 /(g•cm ⁻³)	抗拉强度 / MPa	抗压强度 /MPa	硬度	线胀系数 /(10 ⁻⁵ •°C ⁻¹)
不锈钢板	7.93	520	_	200HV	1.65~1.8
复合材料	1.0~1.1	≥30	≥65	60~75HD	8.0~9.1

表2 0Cr18Ni9不锈钢板化学成份 Tab. 2 Chemical composition of 0Cr18Ni9 stainless-steel							
C Si Mn P S Cr Ni							
元素质量占比 /%	≪0.07	≤1.00	≤2.00	≪0.035	≪0.030	17.00~19.00	8.00~11.00

1.2 工作原理与试验装置

重载顶推装备如图1所示,装备的上部结构将

与需要架设的钢箱梁接触,下部结构固定在支撑桥 墩上。滑动副布置在上部结构和下部结构之间,其 中PTFE/ABS/MoS₂复合材料板置于上部结构底面,而不锈钢板置于下部结构顶面。顶推装备的基本工作原理包括顶升、前进、下降和回缩4个步骤,如图2所示^[18],主要由支撑顶升油缸和顶推移动油缸两个执行部件完成,在此过程中,PTFE/ABS/MoS₂复合材料板在不锈钢板上做往复移动。具体

工作步骤为:①多个支撑顶升油缸将钢箱梁整体托 起;②顶推移动油缸推动钢箱梁与装备上部结构一 同向前移动;③降低支撑顶升油缸,使钢箱梁搁置在 临时桥墩上,而与顶推装备分离;④顶推移动油缸回 缩,顶推装备上部结构回到初始位置,再进行下一工 作循环过程。





图 2 重载顶推装备基本工作原理^[18] Fig. 2 Basic principle of incremental launching equipment^[18]

根据重载顶推装备的基本工作原理,将滑动副的工作流程简化,如图3所示。F为PTFE/ABS/MoS₂复合材料板与不锈钢板承受的法向载荷;复合材料板在水平外力 F_{11} 和 F_{21} 作用下在不锈钢板上往复运动。





Fig. 3 Schematic diagram of operating principle of sliding pair

为了研究滑动副的摩擦磨损性能,根据其工作 原理提出了一个摩擦磨损试验装置,其三维示意图 如图4所示。该试验装置主要由加载系统、驱动系 统、滑动副和固定装置等组成,其中不锈钢板焊接在 可往复移动的钢梁上,复合材料板放置在加载系统 下面的固定装置中;加载系统主要包括一个液压油 缸为滑动副提供法向载荷;驱动系统主要包括一个 水平液压油缸为滑动副提供水平驱动力,使复合材 料板可以在不锈钢板上做连续往复水平滑动。在滑 动过程中,水平方向唯一阻力来自PTFE/ABS/ MoS₂复合材料板与不锈钢板之间的摩擦力。

1.3 试验过程

利用自行设计的试验装置进行滑动副的摩擦磨 损机理分析。试验条件为:①在室温下无润滑;②复 合材料板在不锈钢板上单次滑行距离为1m,滑动速 度为0.05 m·s⁻¹;③试件在轻载10 MPa和重载30 MPa条件下,分别做三组滑动试验,每组滑动次数为 1000、2000和3000。

试验过程如下:

(1)搭建试验装置,如图5所示。所有试验装置 零部件均固定在混凝土地板上的钢制反作用框 架中;

(2)将驱动系统和加载系统中的液压油缸分别 与动力源泵站用油管连接;

(3)调试泵站中的溢流阀、调速阀以及试验装置



图 4 试验装置示意图 Fig. 4 Schematic diagram of wear test-bed

中的各个传感器,以满足试验条件;

(4)每组试验过程中,记录水平液压缸进油口和 回油口处的油压值,用于计算分析摩擦因数变化趋势,并记录滑动副表面的摩擦温升。为保证试验结 果的真实性,每组试验均重复3遍以上。



图 5 试验装置实物图 Fig. 5 Actual image of wear test-bed

1.4 试件处理

所有试验组完成后,将复合材料板和OCr18Ni9 不锈钢板分别切割成尺寸为30mm×30mm×30 mm和30mm×30mm×5 mm的试样。利用FEG-250扫描电子显微镜(scanning electron microscope, SEM)和能谱仪(energy dispersive spectrometer, EDS)对试件磨损表面进行观察并分析了磨损区域 化学元素的组成成分。由于复合材料属于不导电的 塑料合金,在利用扫描电镜观察之前,需对复合材料 表面进行镀金处理。

2 结果与讨论

2.1 摩擦因数

摩擦因数是摩擦磨损研究的重要参数之一,可 以反映特定条件下滑动副的摩擦磨损特性¹¹⁹。图6

给出了滑动副承受不同法向载荷时摩擦因数和摩擦 表面温升随滑动次数的变化曲线。从图6中可以看 出,在一定法向载荷下,摩擦因数呈先增大后减小的 变化趋势。在试验初始阶段,摩擦因数随着滑动次 数的增加先增大,达到最大值后开始快速下降,最终 趋于稳定值。初始阶段摩擦因数的增加是因为属于 聚合物的复合材料具有一定的弹性特性,导致在施 加法向载荷的情况下,复合材料板与对偶表面之间 的实际接触面积增加。随着干摩擦次数的增加,复 合材料表面上的接触峰点发生塑性变形而从基体脱 离,黏附在对偶表面不锈钢板上或形成自由磨粒存 在于摩擦副表面之间,这使得接触表面上表面粗糙 度增加,从而减小摩擦副的实际接触面积,使摩擦因 数降低。同时,在干摩擦过程中,由于无法及时释放 摩擦产生的热量,复合材料表面发生软化现象,复合 材料被转移到对偶表面而形成了转移膜[20-21]。随着 转移膜的增加,滑动副的表面接触转变为复合材料 与其同质表层之间的接触,使得滑动表面的摩擦因 数趋于稳定。除此之外,对于不同法向载荷下的摩 擦因数而言,30 MPa接触载荷下的初始值高于10 MPa接触载荷的初始值,但30 MPa法向载荷的最终 值低于10 MPa接触载荷的最终值。出现这种现象 的原因是,随着滑动副承受法向载荷的增加,表面上 实际接触峰点增多,即复合材料与不锈钢之间的实 际接触面积增加,因此在干摩擦的初始阶段,轻载下 摩擦因数小于重载下的摩擦因数。随滑动次数的增 加,重载下滑动副表面温度升高得更快(图6),这导 致不锈钢表面会更早地形成连续且较均匀的转移 膜,且接触表面磨损更加严重,最终在30 MPa法向 载荷下摩擦因数下降得更快,也将得到更低的稳 定值。



图 6 不同载荷下摩擦因数及摩擦表面温升随滑动次数的变 化

Fig. 6 Friction coefficient and temperature rising of friction surface versus sliding times at different loads

2.2 轻载时滑动副的磨损机理分析

摩擦因数不足以完全表征摩擦副的摩擦磨损行 为,利用扫描电镜观察并分析了滑动副磨损后的微 观表面形貌。图7为在施加10 MPa法向载荷时,经 过1000、2000和3000次干摩擦试验后滑动副磨损 表面的微观形貌,其中复合材料的磨损表面形貌为 图7a、7b和7c,不锈钢板的磨损表面形貌为图7d、7e 和7f。

轻载下经过1000次滑动后,滑动副表面没有出

现明显的磨损现象。在复合材料的磨损表面上仅仅 发现了一些较浅的沟槽(图7a),并且在不锈钢表面 上观察到了一些块状较薄的转移膜(图7d)。除此以 外,不锈钢板表面原始的垂直于滑动方向的表面纹 理变得更加清晰可见,这也说明转移膜的形成并嵌 入到不锈钢粗糙表面中。从图7b可以看出,当滑动 次数达2000次时,复合材料表面出现大量的犁沟现 象,且在沟槽内有些许微小的颗粒。这是由于经多 次滑动接触后,界面间的剪切力使复合材料表面上 发生塑性变形的接触峰点从基体表面脱落,脱落后 部分成为自由颗粒存在于摩擦副表面之间,且有些 经过多次碾压附着在对偶不锈钢板表面上形成块状 的转移膜。图7e显示出不锈钢表面上存在了少量 的沟槽,这是因为随着滑动次数的增加,不锈钢表面 上转移膜厚度增加,存在于滑动副表面之间的自由 磨粒对转移膜进行切割,而产生了犁沟现象。除此 之外,通过对图7e中的点A亮白色磨粒进行能谱分 析(图8),检测出元素C和Mo的含量很高,这也再 次证实了黏附在不锈钢表面上的磨粒是从复合材料 板上剥离下来的。3000次滑动磨损试验后,复合材 料表面出现明显的磨损现象(图7c)。可以观察到从 复合材料表面有脱落痕迹的边界处发生明显塑性变 形,并出现清晰的分层现象。这是由于随着滑动次



图 7 轻载下滑动副磨损表面的扫描电镜图像(10 Mpa) Fig. 7 SEM images of worn surfaces at light load (10 MPa)

数的增加,接触界面间温度升高,复合材料表层发生 软化并与对偶表面发生黏着现象,使更多接触峰点 从基体脱落下来。与此同时,大量脱落的碎屑黏着 在不锈钢表面(如图7f),且一些碎屑会在表面发生 团聚现象。由此可以看出,在轻载下摩擦副主要发 生了磨粒磨损和黏着磨损。

黏着磨损意味着在发生滑动接触过程中,耐磨





Fig. 8 EDS analysis of zone A in the image of stainless-steel after 2000 wear times 性较差材料表面上的接触峰点由于受到剪切作用被 剥离并黏着在对偶表面上,这也将改变对偶表面上 的化学成分^[22]。因此,利用能谱分析可以验证轻载 下复合材料与不锈钢板在干摩擦过程中发生了黏着 磨损。

图9是对轻载下不锈钢板经不同滑动接触次数 后磨损表面的能谱分析,其中检测到的主要元素含 量占比如表3所示。可以清楚地看出,与不锈钢板 原始化学成分(表1)相比,表面C含量明显增加,这 证实了摩擦副表面之间已发生黏着磨损。而且随着 滑动接触次数的增加,检测到表面磨损区域中C含 量也逐渐增大。经3000次试验后,不锈钢磨损表面 C含量最高达6.49%。该结果表明,随着滑动次数 增加,复合材料表面有更多的接触峰点剥落并黏附 在对偶面上,产生严重的黏着磨损。此外,磨损表面 还含有大量的Fe和O元素,这说明不锈钢表面存在 氧化层^[23]。是因为在长时间摩擦过程中,滑动副表 面温度会逐渐升高,致使Fe元素与大气中的O元素 结合生成氧化膜覆盖在不锈钢表面。



图9 轻载下不锈钢磨损表面能谱分析(10 MPa)

Fig. 9 EDS analysis of the whole micro-area for stainless-steel at light load (10 MPa)

表3	轻载时不同滑动次数下不锈钢磨损区域的化学成分

Tab. 3 Microcomponent analysis of stainless-steel with different micro-areas at light load (10 MPa)

고뉵	元素质量占比 / %						
区域	С	О	Cr	Fe	Ni		
А	2.51	4.95	17.27	67.79	7.48		
В	4.12	5.44	16.88	66.43	7.13		
С	6.49	7.70	16.08	63.21	6.53		

2.3 重载时滑动副的磨损机理分析

图 10 为在重载下(30 MPa法向载荷),经1 000、 2 000 和 3 000 次干摩擦试验后,通过扫描电镜观察 的滑动副磨损表面微观形貌。其中图 10a、10b 和 10c 是复合材料的磨损表面形貌,很明显地观察到其 表面有严重磨损现象;图10d、10e和10f是不锈钢板的磨损表面形貌。

与轻载下呈现磨损现象不同,重载经1000次干 摩擦试验后,复合材料的磨损表面出现些许小磨粒 和细小裂纹(图10a)。这是因为在重载作用下,从复 合材料板上剥落的大磨屑在往复运动过程中又被碾 压成更小的磨粒黏附在摩擦副表面。同时,在对偶 面不锈钢上也看到了黏附在表面的磨损碎片,且由 于往复运动过程中的剪切作用,附着在不锈钢表面 上的碎屑出现了沿着滑动方向被"拉起"的现象(图 10d)。此时滑动副主要表现的磨损机理是黏着磨 损。经2000次滑动接触后,复合材料板和不锈钢板 的磨损表面微观形貌如图10b和10e所示。可以清 晰地看出复合材料表面发生严重塑性变形,而且表面出现很多更宽更深的磨损裂纹,这意味着表面细小裂纹已开始扩散,磨损加剧。随着磨损次数的增加,不锈钢板表面的转移膜变厚,在往复滑动过程中摩擦副之间的自由磨屑对转移膜进行切割使得不锈钢表面出现少量浅沟槽痕迹(图10e)。

试验增加至3000次时,通过扫描电镜观察到的 复合材料和不锈钢磨损表面微观形貌如图10c、图 10f所示。随着滑动次数的增加,复合材料的磨损表 面变得越来越严重,可以观察到表面出现大量较深 的垂直于滑动方向的裂缝。这是由于长时间反复接 触,滑动副表面温度连续升高,复合材料表层区域成 为主要能量聚集、耗散处,使表层材料发生软化的同 时强度也有所降低,进而表面磨损加剧。因此,裂纹 的萌生和扩展在复合材料表面上连续不断地发生。同时,通过观察不锈钢的磨损表面形貌,发现磨粒切割转移膜引起的犁沟数量变多且深度增加。此外,相比于轻载下的磨损表面,不锈钢表面呈现出连续而均匀的转移膜,而不是黏附在表面上的大块磨屑。 这是由于重载下反复摩擦过程中,滑动副之间的切向作用力大于磨屑在不锈钢表面上的附着力,从而 使磨屑再次从不锈钢板表面上剥落。也正是因为不 锈钢表面上的这层较厚、连续且均匀的转移膜,使摩 擦副不同材料的滑动接触转变为复合材料与其同质 表层之间的接触,使其具有较低的摩擦因数最终稳 定值低于10 MPa 法向载荷下的摩擦因数最终稳 定值低于10 MPa 法向载荷下的摩擦因数最终稳





通过观察并分析滑动副磨损表面微观形貌,可 以发现在无润滑的30 MPa法向载荷下的摩擦磨损 试验中,滑动副主要表现出的磨损机理是疲劳磨损 和黏着磨损。

不锈钢表面的能谱分析如图 11 所示,其中图 11a、图 11b、图 11c分别是对图 10d、图 10e、图 10f磨 损表面整个区域进行的能谱分析。表4列出了不同 测试区域的主要元素含量。同样地,发现不锈钢板 表面元素C的含量远远大于其原始含量,这证实了 不锈钢板表面存在转移膜现象,以及摩擦副之间发 生了黏着磨损。此外,随着滑动次数的增加,元素C 含量也会升高。从表3、表4的对比可以看出,在相 同滑动次数下,承受30 MPa法向载荷的不锈钢板磨 损表面元素C含量会相对低一些,这是由于重载下 磨损表面黏附的从复合材料表面剥离的块状碎屑较 少。在相同滑动次数下,30 MPa法向载荷的不锈钢 板磨损表面上元素O和Fe含量占比会高于10 MPa 法向载荷的不锈钢板磨损表面上元素O和Fe含量



图11 重载下不锈钢磨损表面能谱分析(30 MPa)

Fig. 11 EDS analysis of the whole micro-area of stainless-steel at heavy load (30 MPa)

表4 重载时不同常	动次数下不锈钢磨损区域的化学成分	分
-----------	------------------	---

占比。这是由于重载会产生更高的表面温升,在大

Tab. 4	Microcomponent analysis of stainless-steel
	with different micro-areas at heavy load (30
	MPa)

区楼	元素质量占比 /%						
区域	С	О	Cr	Fe	Ni		
А	2.96	5.36	16.75	68.18	6.81		
В	3.40	5.46	16.60	67.41	7.13		
С	5.84	6.12	16.37	64.79	6.87		

3 结论

(1)重载顶推装备滑动副在承受相同法向载荷下,随着滑动接触次数的增加,摩擦因数呈先增大再减小最后趋于稳定的变化趋势。且重载下摩擦因数的起始值高于轻载下摩擦因数的起始值,但最终稳定值比轻载下最终稳定值低。

(2)轻载时顶推装备滑动副在干摩擦条件下,随 着滑动接触次数的增加,有大量碎屑不断从复合材 料表面剥离并黏附在对摩面上,同时在对摩面上形 成转移膜,磨损机制主要表现为磨粒磨损和黏着 磨损。

(3)重载时顶推装备滑动副在干摩擦条件下,随 着滑动接触次数的增加,复合材料表面出现大量较 深的垂直于滑动方向的裂缝,同时在对摩面上出现 连续且均匀的转移膜,由不同材料之间的滑动摩擦 磨损逐渐转变成同种材料的对摩,磨损机制主要表 现为疲劳磨损和黏着磨损。

作者贡献声明:

梁敖:负责实验方案制定及实施,论文撰写及修改。 卞永明:负责指导整体研究方案及文章审阅。 邵杰:负责实验数据记录与处理,论文修改。 杨继翔:负责论文修改。 刘广军:负责指导实验方案及论文撰写。

损表面中的元素结合形成氧化层。

参考文献:

- HU Z, WU D, SUN L Z. Integrated investigation of an incremental launching method for the construction of long-span bridges [J]. Journal of Constructional Steel Research, 2015, 112: 130.
- [2] GRANATA M F, MARGIOTTA P, ARICI M. A parametric study of curved incrementally launched bridges [J]. Engineering Structures, 2013, 49: 373.
- [3] CHACON R, URIBE N, OLLER S. Numerical validation of the incremental launching method of a steel bridge through a small-scale experimental study [J]. Experimental Techniques, 2016, 40(1): 333.
- [4] WU X, WU T, CHEN W. Analysis of height difference between three trusses of a steel truss bridge during incremental launching[J]. Stahlbau, 2018, 87(9): 910.
- [5] GRANATA M F. Adjustable prestressing for construction stages of incrementally launched bridges [J]. European Journal of Environmental and Civil Engineering, 2015, 19(3): 327.
- [6] WANG J F, LIN J P, XU R Q. Incremental launching construction control of long multispan composite bridges [J]. Journal of Bridge Engineering, 2015, 20(11): 4015006 -1.
- SHAO C. Innovative structure design and construction—Jiubao Bridge, China[J]. Structural Engineering International, 2015, 25(1): 102.
- [8] BIAN Y, JIANG J, JING Z, et al. Design and application of hydraulic-walking incremental launching equipment [J]. Open Construction & Building Technology Journal, 2013, 7(1): 1.
- [9] MOKHA A, CONSTANTINOU M, REINHORN A. Teflon bearings in base isolation I: testing [J]. Journal of Structural Engineering, 1990, 116(2): 438.

- [10] CONSTANTINOU M, MOKHA A, REINHORN A. Teflon bearings in base isolation II: modeling[J]. Journal of Structural Engineering, 1990, 116(2): 455.
- [11] LV Y, WANG W, XIE G, et al. Self-Lubricating PTFE-Based composites with black phosphorus nanosheets [J]. Tribology Letters, 2018, 66(2): 61.
- IMNS A, DGE A, HC B, et al. Towards a plastic engine: Low—temperature tribology of polymers in reciprocating sliding
 [J]. Wear, 2019, 430/431: 25.
- [13] DORAFSHAN S, JOHNSON K R, MAGUIRE M, et al. Friction coefficients for slide-in bridge construction using PTFE and steel sliding bearings [J]. Journal of Bridge Engineering, 2019, 24(6): 04019045-1.
- [14] ALA N, EDWARD H, ATOROD A. Experimental evaluation of high-performance sliding surfaces for bridge bearings [J]. Journal of Bridge Engineering, 2016, 21 (2) : 04015034 -1.
- [15] TAN B, STEPHENS L S. Evaluation of viscoelastic characteristics of PTFE-based materials [J]. Tribology International, 2019, 140: 105870.
- [16] GONG K, WU X, ZHAO G, et al. Nanosized MoS2 deposited on graphene as lubricant additive in polyalkylene glycol for steel/steel contact at elevated temperature [J]. Tribology International, 2017, 110: 1.

- [17] KAWAKAME M, BRESSAN J D. Study of wear in selflubricating composites for application in seals of electric motors
 [J]. Journal of Materials Processing Technology, 2006, 179 (1/3): 74.
- [18] 卞永明, 刘广军. 桥梁结构现代施工技术[M]. 上海: 上海科 学技术出版社, 2017.
 BIAN Yongming, LIU Guangjun. Modern construction technology of bridge structures [M]. Shanghai: Shanghai Science and technology Publishing house, 2017.
- [19] TIAN H, WANG C, GUO M, et al. Study of the frictionalwear performance and abrasion resistance mechanism of a highspeed arc-sprayed FeNiCrAl coating [J]. Surface and Coatings Technology, 2019, 370: 320.
- [20] BAHADUR S. The development of transfer layers and their role in Polymer tribology[J]. Wear, 2000, 245(1/2): 92.
- [21] ZHANG L, QI H, LI G, et al. Impact of reinforcing fillers' properties on transfer film structure and tribological performance of POM-based materials [J]. Tribology International, 2017, 109: 58.
- [22] BHUSHAN B. Tribology and mechanics of magnetic storage devices[J]. Journal of Tribology, 1996, 58: 278.
- [23] CHEN S, WANG H, MA G, *et al.* Fractal properties of worn surface of Fe-based alloy coatings during rolling contact process[J]. Applied Surface Science, 2016, 364: 96.