**文章编号:**1007-9629(2023)12-1271-08

# 海洋大气环境中Q370qENH 耐候钢的应力腐蚀 演化

 余玉洁<sup>1,2,\*</sup>, 罗永琪<sup>1</sup>, 孙洪斌<sup>3</sup>, 胡春建<sup>1</sup>, 朱志辉<sup>1,2</sup>
 (1.中南大学土木工程学院,湖南长沙410075; 2.中南大学高速铁路建造技术国家工程研究中心, 湖南长沙410075; 3.山东铁路投资控股集团有限公司,山东济南250102)

摘要:采用周期性干湿交替盐雾加速腐蚀试验来模拟海洋性大气腐蚀环境,研究了应力作用下 Q370qENH耐候钢的腐蚀速率、锈层发育与物相组成、锈坑形貌以及损伤拉伸性能.结果表明:相较于无 应力腐蚀,应力腐蚀显著提升了Q370qENH表面的腐蚀活性,加快了Q370qENH的腐蚀,同时在一定 程度上延缓了稳定性锈层的生成,并进一步削减了Q370qENH的强度;无论是否存在应力,Q370qENH 在盐雾环境中最后均未生成较为稳定的锈层保护层;在高氯海洋性大气腐蚀环境中,Q370qENH并未表 现出优越的抗腐蚀性能,不建议免涂装使用;Q370qENH腐蚀后的各项性能仍处于较高水平. 关键词:耐候钢;Q370qENH;应力腐蚀;锈层形貌;静力拉伸 中图分类号:U24;TG172.3 文献标志码:A doi:10.3969/j.issn.1007-9629.2023.12.005

# Stress Corrosion Evolution of Q370qENH Weathering Steel in Marine Atmosphere Environment

YU Yujie<sup>1,2,\*</sup>, LUO Yongqi<sup>1</sup>, SUN Hongbin<sup>3</sup>, HU Chunjian<sup>1</sup>, ZHU Zhihui<sup>1,2</sup>

(1. School of Civil Engineering, Central South University, Changsha 410075, China; 2. National Engineering Research Center of High-Speed Railway Construction Technology, Central South University, Changsha 410075, China; 3. Shandong Railway Investment Holding Group Company Limited, Jinan 250102, China)

**Abstract:** The corrosion resistance of Q370qENH weathering steel was investigated by using periodic dry/wet alternating salt spray accelerated corrosion tests to simulate marine atmospheric corrosion environment. A comprehensive analysis was performed with analyzing the corrosion rate, rust layer development and phase composition, rust pit morphology and damage tensile property, including corrosive mechanism and characterization. The results show that compared with stress free corrosion, the stress corrosion can significantly improve the corrosion activity of Q370qENH's surface, thus speeding up the corrosion rate, delaying the formation of stable rust layer to a certain extent and further reducing Q370qENH's strength. However, no matter whether there is stress or not, the stable protective layer is not formed in the salt spray environment. Q370qENH does not show excellent corrosion resistance in high chloride atmosphere, in which corrosion environment, Q370qENH is not recommended to be used without coating. But Q370qENH still presents a good mechanical properties when with a high level of corrosion. **Key words:** weathering steel; Q370qENH; stress corrosion; morphology of rust layer; static tension

耐候钢是一种将普通碳钢降低含碳量,并添加 少量 Cu、P、Cr、Mi等合金元素形成的低合金结构

收稿日期:2023-03-31;修订日期:2023-05-22

基金项目:国家自然科学基金资助项目(52278231);山东省交通运输行业重点科研项目(2021-MS4-097);山东省交通运输厅科技计划 (2021B103);湖南省自然科学基金资助项目(2022JJ20073)

第一作者(通讯作者):余玉洁(1990一),女,江西南昌人,中南大学教授,博士生导师,博士.E-mail:yujiecsu@csu.edu.cn

钢<sup>[1]</sup>.在腐蚀环境下,耐候钢可以在构件表面快速形成致密的锈层,阻碍锈蚀的进一步发展,保护内部的钢材基体<sup>[2-3]</sup>.中国近年来不断推广耐候钢在桥梁工程中的应用,跨连霍高速公路主线桥、蓼子特大桥等公路桥梁已率先使用耐候钢.铁路桥梁也在逐步推进,西南地区藏木桥使用了免涂装的Q345qENH和Q420qENH耐候钢<sup>[4-5]</sup>,山东潍莱高铁应用耐候钢分别建成了国内首座全焊接和全栓接的大跨度免涂装耐候钢梁桥<sup>[6]</sup>等.

国内外学者已经对耐候钢腐蚀后的性能展开了 一定研究.Guo等<sup>[7]</sup>指出腐蚀会降低耐候钢的屈服强 度.宗亮等<sup>[8]</sup>通过加速腐蚀试验发现Q355NHD在海 洋大气环境中未表现出良好的耐腐蚀性能,但力学性 能仍处于较高水平.Morcillo等<sup>[1]</sup>和Xu等<sup>[9]</sup>研究发现, 耐候钢在温和大气环境中表现良好,在海洋大气或盐 雾环境中由于氯离子浓度较高,可能导致腐蚀速率显 著增加.张素梅等<sup>[10]</sup>通过通电加速腐蚀试验,发现应 力状态可加快钢材的腐蚀速率.郭晓字<sup>[11]</sup>发现在应力 腐蚀状态下耐候钢力学性能的退化更为严重.

虽然目前针对耐候钢的腐蚀已有部分研究,但其

复杂环境下的腐蚀演化和损伤效应等方面认识还不 完善,并且大部分研究主要针对Q235NH、Q355NH 等钢种,鲜有有关于Q370qENH的报道,尤其是针对 实际耐候钢结构带应力状态腐蚀演化方面的研究较 少.开展耐候钢在应力和腐蚀环境耦合作用下的耐蚀 性能研究,有助于更真实地认识和评估实际结构中钢 材的性能劣化状态,具有重要的实际工程应用价值.

本文以桥梁用耐候钢Q370qENH为研究对象, 开展模拟高氯海洋性大气复杂环境下的加速腐蚀试验,探索Q370qENH的耐候性能、锈层发育规律以及腐蚀损伤钢材的拉伸性能,研究有无应力腐蚀情况 下耐候钢的各类物理化学指标和腐蚀特征,为今后 耐候钢在复杂腐蚀环境中的实际应用提供试验经验 和技术参考.

## 1 试验

#### 1.1 材料及前处理

试验选用山东汉鼎钢铁生产的桥梁用耐候钢 Q370qENH,其化学组成(质量分数)见表1.其中, CEV为碳当量.

表1 Q370qENH的化学组成 Table 1 Chemical composition of Q370qENH

														w/%
С	Si	Mn	Р	S	Als	Ni	Cr	Cu	CEV	V	Ti	Nb	Мо	В
0.0940	0.2700	1.3700	0.0160	0.0020	0.0300	0.3200	0.4400	0.0260	0.3800	0.0066	0.0160	0.0400	0.0400	0.0002

根据 GB/T228.1—2010《金属材料拉伸试验 第1部分:室温试验方法》和 GB 6397—86《金属 拉伸试验试样》进行试件设计,并采用线切割制 作而成.试件分为矩形试件和标准拉伸试件:矩 形试件用于开展腐蚀速率和腐蚀演化特性测试;标准拉伸试件用于测试腐蚀损伤后试件的 残余力学性能.试件尺寸和应力加载方式如图1 所示.





图 1 腐蚀试件及应力加载示意图 Fig. 1 Corrosion specimens and stress loading diagram(size: mm)

(b) Rectangular specimen

(c) Stress loading diagram

为实现恒定应力腐蚀状态,设计如图1(c)所示 四点弯加载支架.试件两端预设螺栓孔,采用螺栓 于试件两端拧紧形成四点弯曲状态,使试件中间区 段表面处于均匀恒定的应力状态.将支架与试件整 体置于盐雾箱内,即可实现试件在恒定应力状态下 的腐蚀.试验共制作了标准拉伸试件28个,矩形试 件14个,共42个腐蚀试件,其中有应力和无应力腐 蚀试件各21个.在进行试验之前,所有试件保持整 洁干净.

试验前,将试件两端夹持段用防腐胶带缠绕,并 在试件表面粘贴应变片.结合HBM应变测量仪,通 过扭力扳手控制螺栓的拧紧程度.由螺栓中产生的 预紧力对试件施加端部压力,保证试件中间为纯弯 受力状态,从而实现应力的精准加载.结合桥梁实际 运营下的受力情况,取较大应力进行加载,施加应力 为试件屈服强度的60%.

#### 1.2 试验方法

试验采用 NaCl盐雾环境试验箱来模拟海洋性腐蚀环境,参照 GB/T 19746—2018《金属和合金的腐蚀盐溶液周浸试验》和 TB/T 2375—1993《铁路用耐候钢周期浸润腐蚀试验方法》,进行周期性干湿交替加速腐蚀试验.以腐蚀循环次数(N)为划分标准,分为5、10、15、30、35、40、45个循环,一共7个腐蚀工况下的加速腐蚀试验.1个循环周期为8h: 2h盐雾→4h干燥→2h湿润,盐雾模式箱内温度( $35\pm2$ )℃,持续喷淋5%(质量分数)NaCl溶液,干燥模式温度( $60\pm2$ )℃,相对湿度不超过 30%,湿润模式温度( $50\pm2$ )℃,相对湿度不低于 95%.每个工况包括2个有应力标准拉伸试件,1个无应力矩形试件,1个无应力矩形试件.

#### 1.3 试验结果表征

将腐蚀后的标准拉伸试件进行除锈处理,先用 刀片刮取锈层,之后将试件浸于除锈液之中(3.5g六 次甲基四胺+500 mL盐酸(质量分数为37%) +500 mL蒸馏水).除锈过程在常温下进行,除锈时 间由试样的腐蚀程度而定,直到锈层全部清除干净, 之后用蒸馏水和酒精清洗并风干、称重.利用腐蚀前 的质量( $m_1$ )以及腐蚀除锈后的质量( $m_2$ ),计算试件 的质量损失( $\Delta m$ ):

$$\Delta m = m_1 - m_2 \tag{1}$$

腐蚀量(P)为:

$$P = \frac{\Delta m \times 10^6}{S \times D} \tag{2}$$

式中:S为试件腐蚀的表面积,mm<sup>2</sup>;D为试件的密度,

 $g/cm^{3}$ .

腐蚀速率(R)为:

$$R = \frac{P}{t} \tag{3}$$

式中:t为腐蚀时间,h.

将上述结果进行拟合[12]:

$$P = at^b \tag{4}$$

式中:a、b为常数.

对腐蚀后的矩形试件锈层进行宏观和微观分析.选择矩形试件腐蚀段3cm×3cm同一区域进行 胶黏,以测试锈层黏附的稳定性.将透明胶带粘贴在 试件表面,之后用滚轮轻轻碾压,保证胶带和试件表 面充分接触,然后将胶带撕下贴在白色纸张上,使用 相机拍照.

对不同腐蚀阶段的锈层进行成分分析.在除锈 过程中用刀片刮取下的锈层用研钵研磨成均匀的粉 末,采用日本理学Smartlab SEX射线衍射仪(XRD) 分析锈层的稳定相.试验采用铜靶,电压和电流分别 设定为40kV和40mA,扫描角度为5°~90°,扫描速 率为1(°)/min.

采用SIMSCAN工业级三维扫描仪对除锈后的标准拉伸试件表面进行三维扫描,获取腐蚀后的形貌,采样精度为0.06 mm.

结合耐候钢相关规范,使用MTS微机控制电子 万能试验机对除锈后的试件进行腐蚀后静力拉伸试 验,获取Q370qENH耐候钢腐蚀后的屈服强度和极 限强度退化规律.

# 2 结果和讨论

#### 2.1 腐蚀失重

试件的腐蚀量及腐蚀速率随时间的变化如图2 所示.由图2可见,试件的腐蚀速率呈先增后降的变 化趋势,且在应力作用下试件的腐蚀速率始终比无 应力作用下的大.试验前期裸露试件表面产生腐蚀 反应,且应力作用使钢材基体出现许多微小裂缝,增 大了基体与空气的接触面积,提升了钢材的腐蚀活 性,进而增大了腐蚀速率.随着腐蚀程度的逐步加 深,锈层逐渐覆盖整个试件,对钢材基体起到了一定 的保护作用,腐蚀速率逐渐减小,应力和无应力工况 之间的差距也逐渐减小.

#### 2.2 锈层形貌

图 3 为锈层的发育形貌,中间 2 列分别为有、无应力作用下矩形试件腐蚀区段的锈层形貌,外围 2 列 为放大 100 倍后的锈层形态.由图 3 可见:整个腐蚀 过程由点蚀开始,逐渐过渡为均匀的大面积腐蚀,当



图 2 试件腐蚀量及腐蚀速率随腐蚀时间的变化 Fig. 2 Change of corrosion amount and corrosion rate of samples with corrosion time

腐蚀超过15个循环时,锈层基本覆盖钢材表面;锈层 随着腐蚀时间的增加而逐渐分为2层,外部锈层疏松 脆弱,颜色由浅黄色向深黄色逐渐过渡,内部锈层呈 现深黑色,前期绵软致密,呈细颗粒状,后期厚实坚硬;前期内外锈层分界不明显,当腐蚀超过30个循环时,外部锈层变得容易脱落,内外锈层分离.



图 3 锈层的发育情况 Fig. 3 Development of rust layer

图 4 为应力作用下经历 35 个腐蚀循环后锈层的 剥落.由图 4 可见,内锈层变得多孔但不疏松,说明外 锈层的脱落降低了对钢材的保护作用,内锈层逐渐 受到腐蚀.在盐雾腐蚀过程中,耐候钢产生的锈层对 钢材有一定的抗腐蚀作用,但不易产生稳定的保护 锈层.



图 4 应力作用下经历 35个腐蚀循环后锈层的剥落 Fig. 4 Rust layer peeled off after 35 stress corrosion cycles

#### 2.3 锈层的稳定性

图5为锈层的胶黏结果.由图5可见:

(1)随着腐蚀时间的增加,黏附下来的锈颗粒减 少,说明随着腐蚀的推进,锈层的黏附力更强,并趋 于稳定.锈颗粒的尺寸在不断变大,说明虽然整体锈 层在变得稳定,但是在高浓度 CI 的腐蚀下,耐候钢 无法形成黏附性强的保护层,局部锈层容易发生脆 性断裂,导致大块脱落.



图 5 锈层的胶黏测试结果 Fig. 5 Adhesive test result of rust layer

(2)各个腐蚀时间段应力腐蚀试件黏附下来的 锈颗粒和大小均比无应力腐蚀工况下的要大,说明 应力会延缓稳定锈层的生成.

图 6 为锈层的 XRD 图谱.由图 6 可见,主要腐蚀 产物为  $Fe_3O_4/\gamma$ - $Fe_2O_3$ 、 $\alpha$ -FeOOH、 $\beta$ -FeOOH和  $\gamma$ -FeOOH<sup>[13-14]</sup>,同时掺杂少量残留的 NaCl.

图 7 为干湿交替腐蚀下钢材的锈蚀流程图<sup>[15-17]</sup>. 在腐蚀环境中,阳极 Fe 原子在充足水分的作用下失 去电子形成 Fe<sup>2+</sup>,同时 Cl<sup>-</sup>向阳极移动,与不断向外 扩散的 Fe<sup>2+</sup>发生反应生成 FeCl<sub>2</sub>:

$$Fe \rightarrow Fe^{2+} + 2e^{-} \tag{5}$$

$$Fe^{2+} + Cl^{-} + 4H_2O \rightarrow FeCl_2 \cdot 4H_2O \qquad (6)$$

阴极的  $O_2$  与  $H_2O$  发生反应得到电子,形成  $OH^-$ :

$$2H_2O + O_2 + 4e^- \rightarrow 4OH^-$$
 (7)

阳极附近的 $FeCl_2$ 不断向外扩散,与阴极生成的 OH<sup>-</sup>反应生成 $Fe(OH)_2$ ,同时将 $Cl^-$ 释放出来,促使 其继续向阳极移动,再次与 $Fe^{2+}$ 结合成 $FeCl_2$ ,循环 反复:

 $FeCl_{2} \cdot 4H_{2}O + 2OH^{-} \rightarrow Fe(OH)_{2} + 2Cl^{-} + 4H_{2}O$ (8)

在腐蚀初期,试件裸露在潮湿空气中,阳极的Fe 与水直接接触,可以充分反应从而提供大量的Fe<sup>2+</sup>. 在与CI<sup>-</sup>反应后,多余的Fe<sup>2+</sup>易与OH<sup>-</sup>反应生成 Fe(OH)<sub>2</sub>,因此腐蚀前期会生成大量的Fe(OH)<sub>2</sub>:

 $Fe^{2+} + 2OH^{-} \rightarrow Fe(OH)_2$  (9)

但是, $Fe(OH)_2$ 并不稳定,当水中 $O_2$ 不足时容 易脱水生成 $Fe_3O_4$ (黑锈):

6Fe(OH)<sub>2</sub>+O<sub>2</sub>→2Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>+6H<sub>2</sub>O (10) 当试件表面与空气直接接触时,O<sub>2</sub>充足, Fe(OH)<sub>2</sub>则可能形成Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>(红锈):

 $4Fe(OH)_2 + O_2 + 2H_2O \rightarrow 4Fe(OH)_3 \quad (11)$ 

 $2Fe(OH)_3 \rightarrow Fe_2O_3 + 3H_2O \qquad (12)$ 

同时游离的 $Fe^{2+}$ 会和 $O_2$ 与 $H_2O反应$ ,生成各种 FeOOH和H<sup>+</sup>.H<sup>+</sup>在湿的腐蚀性气体中发生电化学





图 7 干湿交替腐蚀下钢材的锈蚀流程图 Fig. 7 Rusting flow chart of steel corrosion under dry/ wet alternating corrosion

反应生成H原子.当表面锈层并未完全覆盖试件时, H原子会渗透到钢材基体裂缝中,使得钢材晶粒间的 原子结合力降低,可能造成钢材的延伸率、断面收缩 率降低,强度变小,即氢脆现象:

 $4Fe^{2+} + O_2 + 6H_2O → 4FeOOH + 8H^+$  (13) 钢材锈层大部分为非晶,而其余产物中起到主 要保护作用的是具有较高致密性和稳定性的 α-FeOOH<sup>[18-19]</sup>.γ-FeOOH具有一定的氧化性,可以作 为阴极去极化剂参与电化学反应,从而加快腐蚀进 程.同时,Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>可作为导体供游离电子通过,促进电 化学反应<sup>[20-21]</sup>.

在相同的测试条件下,XRD图谱的峰值与腐蚀 产物含量正相关,即衍射强度峰值越高,对应产物的 含量越高<sup>[16,22-23]</sup>.由图6可以看到,随着腐蚀时间的增 长,锈层中Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>的含量总体趋势在逐渐减少, α-FeOOH的含量在不断增加,说明锈层在朝着趋于 稳定的方向发展.在有应力状态下,腐蚀早期的 Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>含量居多,后期虽然有增长波动但总体上逐渐 减少,增大的原因来自γ-FeOOH的电化学还原<sup>[22]</sup>. 无应力状态下Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>的含量则呈现先增后减趋势,对 照图2腐蚀速率结果可知,早期无应力状态下的腐蚀 速率与有应力状态下的差距较大,说明在腐蚀初期, 应力极大地促进了腐蚀进程的发生,导致Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>的含 量快速增长,在5个腐蚀循环时就达到已经较高水 平.虽然α-FeOOH不断增多,但γ-FeOOH的含量也 在逐步增加,γ-FeOOH的生成来自β-FeOOH的相 变转化.结合前文锈层后期脱落现象以及胶黏结果, 可以确定虽然锈层随着腐蚀时间的推进逐渐趋于稳 定,但由于不稳定成分同样在增长,无论是否存在应 力,在腐蚀试验末期,锈层均没有达到相对稳定的 状态.

#### 2.4 除锈后表面形貌

图 8 为除锈后试件的表面形貌.由图 8 可见:试 件腐蚀由多处点蚀逐渐向面蚀转变,腐蚀程度随时 间的延长而逐渐加深;在腐蚀后期,渐渐形成了不同 区域的多个锈坑;应力加载下明显有更强的腐蚀促 进作用,这对于长时间承受应力的桥梁钢结构来说 存在一定的危害性.



#### 2.5 力学性能分析

图 9 为试件的静力拉伸结果.由图 9 可见:随着腐蚀时间的延长,试件的屈服荷载和极限荷载都有 一定程度的降低,且有应力组要比无应力组小;相较 于试件的初始强度,在经历 45 个腐蚀循环后有应力 和无应力试件的屈服应力分别降低了 10.14% 和 8.25%,极限强度分别降低了 8.70% 和4.63%,说明 应力加快了钢材的腐蚀,使得钢材强度比无应力腐 蚀时有所降低;随着腐蚀时间的延长,试件的屈服点 更趋模糊,尤其在 45 个腐蚀循环后,无论有无应力, 试件均没有非常明显的屈服点.



结合屈服应力的变化以及除锈后试件表面的 锈蚀形貌,猜测试件性能下降的原因:一方面因为 锈蚀而使得截面积变小,承载能力降低;另一方面 由于大面积较深的锈坑存在,造成了较大的局部应 力集中,导致钢材提前到达屈服点,并且不会形成 明显的屈服现象.同时结合上节锈层的发育机理分 析,氢脆现象也是导致试件强度下降的一大原因. 但值得注意的是,虽然随着腐蚀进程的推进,钢材 强度有所降低,但直到腐蚀末期,Q370qENH耐候 钢仍表现出较好的力学强度水平,说明其抗腐蚀能 力较高.



图 9 试件的静力拉伸结果 Fig. 9 Static tensile results of specimens

## 3 结论

(1)相比于无应力腐蚀,应力腐蚀由于拉应力的存在,增大了钢材的腐蚀活性,从而加深了Q370qENH耐候钢的腐蚀程度,二者在试验早期的腐蚀速率差距较大,后期随着锈层的生成,对钢材基体的保护性逐渐加强,差距逐渐减小.

(2)应力腐蚀在一定程度上延缓了稳定性锈层的生成.虽然随着腐蚀的推进,有无应力状态下Q370qENH的锈层逐渐趋于稳定,但二者在试验后期均未生成稳定性锈层.锈层逐渐分为内外2层,外锈层疏松脆弱,内锈层致密坚硬,并在腐蚀后期出现外锈层剥落现象.

(3)应力通过加重腐蚀程度进一步削减了 Q370qENH的强度,在腐蚀一段时间后,由于截面削 减和H原子的氢脆现象,Q370qENH的屈服强度和 极限强度均有一定程度的下降.在腐蚀后期, Q370qENH力学性能的下降与蚀坑处的应力集中有 直接关系.

(4)在高氯海洋性大气腐蚀环境中,Q370qENH 并未表现出优越的耐腐蚀性能,不建议直接免涂装 使用,应在使用前对耐候钢进行一定时间的预腐蚀,使其先产生稳定的锈层;Q370qENH腐蚀后的性能仍处于较高水平,可以视为一种良好的抗腐蚀钢材.

#### 参考文献:

- [1] MORCILLO M, CHICO B, DÍAZ I, et al. Atmospheric corrosion data of weathering steels. A review [J]. Corrosion Science, 2013, 77:6-24.
- [2] 王春生,张静雯,段兰,等.长寿命高性能耐候钢桥研究进展与 工程应用[J].交通运输工程学报,2020,20(1):1-26.
   WANG Chunsheng, ZHANG Jingwen, DUAN Lan, et al. Research progress and engineering application of long life and high performance weathering steel bridge[J]. Journal of Traffic and Transportation Engineering, 2020, 20(1):1-26. (in Chinese)
- [3] MATSUSHIMA I, ISHIZU Y, UENO T, et al. Effect of structural and environmental factors in the practical use of low-alloy weathering steel[J]. Corrosion Engineering, 1974, 23 (4):177-182.
- [4] 程丙贵,韩丽梅,李丽,等.Q500qENH耐候桥梁钢锈层的稳定 化处理及形成过程[J].机械工程材料,2022,46(11):38-42,65.
   CHENG Binggui, HAN Limei, LI Li, et al. Stabilization

treatment and forming process of Q500qENH weathering bridge steel rust layer[J]. Mechanical Engineering Materials, 2022, 46 (11):38-42, 65. (in Chinese)

- [5] 朱劲松,郭晓宇,亢景付,等.耐候桥梁钢腐蚀力学行为研究及 其应用进展[J].中国公路学报,2019,32(5):1-16. ZHU Jinsong, GUO Xiaoyu, KANG Jingfu, et al. Research on corrosion mechanical behavior of weather-resistant bridge steel and its application progress[J]. China Journal of Highway and Transport, 2019, 32(5):1-16. (in Chinese)
- [6] 孙宗磊,张上.潍菜铁路跨青荣特大桥全焊接免涂装耐候钢钢 桁梁设计[J].桥梁建设,2021,51(1):109-114.
  SUN Zonglei, ZHANG Shang. Design of all-welded non-coating weathering steel girder girder of Weilai railway across Qingrong bridge[J]. Bridge Construction, 2021, 51(1):109-114. (in Chinese)
- [7] GUO X Y, ZHU J S, KANG J F, et al. Rust layer adhesion capability and corrosion behavior of weathering steel under tension during initial stages of simulated marine atmospheric corrosion[J]. Construction and Building Materials, 2020, 234:117393.
- [8] 宗亮,张居正,赵博,等.工业海洋大气环境下焊接耐候钢 Q355NHD腐蚀后力学性能研究[J].中国公路学报,2022,35 (6):168-179.
  ZONG Liang, ZHANG Juzheng, ZHAO Bo, et al. Study on mechanical properties of welded weathering steel Q355NHD after corrosion in industrial marine atmosphere[J]. China Journal of Highway and Transport, 2022, 35(6):168-179. (in Chinese)
- [9] XU C, JIN W L, WANG H L, et al. Organic corrosion inhibitor of triethylenetetramine into chloride contamination concrete by eletro-injection method[J]. Construction and Building Materials, 2016, 115:602-617.
- [10] 张素梅,陈广锐,李爱东,等.Q420qD钢材应力腐蚀特征试验 研究[J].建筑科学与工程学报,2022,39(1):55-64.
  ZHANG Sumei, CHEN Guangrui, LI Aidong, et al. Experimental study on stress corrosion characteristics of Q420qD steel[J]. Journal of Building Science and Engineering, 2022, 39 (1):55-64. (in Chinese)
- [11] 郭晓宇.耐候钢-UHPC华夫板组合梁抗弯性能及其设计方法研究[D].天津:天津大学,2019.
   GUO Xiaoyu. Research on flexural performance and design method of composite beam with weathering steel-UHPC waffle
- plate[D]. Tianjin: Tianjin University, 2019. (in Chinese)
  [12] ISHIHARA S, NAN Z Y, MCEVILY A J, et al. On the initiation and growth behavior of corrosion pits during corrosion fatigue process of industrial pure aluminum [J]. International
- Journal of Fatigue, 2008, 30(9):1659-1668. [13] 徐亦冬,陈坚,方建柯,等. 钢筋锈蚀产物纳米压痕的分子动力 学模拟[J]. 建筑材料学报, 2020, 23(6):1410-1415. XU Yidong, CHEN Jian, FANG Jianke, et al. Molecular dynamics simulation of nanoindentation of steel corrosion products [J]. Journal of Building Materials, 2020, 23(6):1410-1415. (in Chinese)

- [14] 鲁进亮,张俊喜,张羿,等.钢筋表面氧化层的阴极极化还原过 程分析[J].建筑材料学报,2013,16(5):770-776.
  LU Jinliang, ZHANG Junxi, ZHANG Yi, et al. Analysis of cathodic polarization reduction process of oxidized layer on reinforcement surface[J]. Journal of Building Materials, 2013, 16(5):770-776. (in Chinese)
- PRIYA R, MALLIKA C, MUDALI U K. Corrosion behavior of sensitized 304 SS in nitric acid medium containing oxidizing ions
   [J]. Transactions of the Indian Institute of Metals, 2014, 67: 459-467.
- [16] 董杰,董俊华,韩恩厚,等.低碳钢带锈电极的腐蚀行为[J].腐 蚀科学与防护技术,2006,18(6):414-417.
  DONG Jie, DONG Junhua, HAN Enhou, et al. Corrosion behavior of low carbon steel with rust electrode[J]. Corrosion Science and Protection Technology, 2006, 18(6):414-417. (in Chinese)
- [17] 乔宏霞,温少勇,王鹏辉,等.氯氧镁钢筋混凝土中涂层钢筋腐 蚀的电化学特性[J].建筑材料学报,2019,22(6):999-1006.
  QIAO Hongxia, WEN Shaoyong, WANG Penghui, et al. Electrochemical properties of coated steel bar corrosion in magnesium-oxychloride reinforced concrete [J]. Journal of Building Materials, 2019, 22(6):999-1006. (in Chinese)
- [18] 李晓珍,柳俊哲,闫加利,等.碳化与氯盐对混凝土孔溶液中钢 筋钝化的影响[J].建筑材料学报,2020,23(1):224-229.
  LI Xiaozhen, LIU Junzhe, YAN Jiali, et al. Effect of carbonation and chloride salts on the passivation of steel bar in concrete hole solution[J]. Journal of Building Materials, 2020, 23(1):224-229.
  (in Chinese)
- [19] 庄宁,夏浩瑜,董洪汉,等.海洋环境中CFRP钢管混凝土复合 桩基腐蚀试验研究[J].建筑材料学报,2022,25(12):1262-1268.
  ZHUANG Ning, XIA Haoyu, DONG Honghan, et al. Corrosion test study of concrete filled cfrp steel tube pile foundations in marine environment[J]. Journal of Building Materials, 2022,25 (12):1262-1268. (in Chinese)
- [20] ALMEIDA E, MORCILLO M, ROSALES B. Atmospheric corrosion of mild steel. Part II -Marine atmospheres[J]. Materials and Corrosion, 2000, 51(12):865-874.
- [21] DILLMANN P, MAZAUDIER F, HŒRLÉ S. Advances in understanding atmospheric corrosion of iron. I. Rust characterisation of ancient ferrous artefacts exposed to indoor atmospheric corrosion[J]. Corrosion Science, 2004, 46(6): 1401-1429.
- [22] SUZUKI I, MASUKO N, HISAMATSU Y. Electrochemical properties of iron rust [J]. Corrosion Science, 1979, 19(7): 521-535.
- [23] 董俊华,柯伟.低碳钢大气腐蚀室内模拟加速腐蚀试验与锈蚀规律[J].电化学,2009,15(2):170-178.
   DONG Junhua, KE Wei. Simulated accelerated corrosion test and corrosion law of low carbon steel in atmospheric corrosion laboratory[J]. Electrochemistry, 2009, 15(2):170-178. (in Chinese)