炭素繊維補強した腐食部材の接合特性とその界面劣化機構に関する研究

楊沐野¹, 貝沼重信², 謝嘉靖³ ^{1&2} 九州大学大学院 工学研究院、³ 九州大学大学院 工学府

近年,炭素繊維補強した鋼部材の接着界面における早期劣化が報告されている.しかし,その劣化機構 に関する研究は国内外でまだ行われておらず,効果的な対策が提案されていない.本研究では,炭素繊 維シートを含浸させて補強した鋼部材の接着界面の力学性能に及ぼす鋼素地の表面特性の影響を解明 した上で,大気環境因子(水分,高温など)が接合部の劣化機構に及ぼす影響を学際的視点で評価した.

1. はじめに

炭素繊維強化プラスチック(以下, CFRP)は, 軽量かつ高弾性・高強度の特性を有している¹⁾. そのため, CFRP を鋼構造部材に接着すること で,高い断面補強効果が得られる^{2),3)}.近年, 鋼構造物の補修・補強工法の一つとして,連続 炭素繊維シート接着工法が注目されている⁴⁾. 炭素繊維シートは柔軟性に優れており,鋼構造 物の狭隘部などに接着施工することが容易であ り,従来の鋼板の当板などの補修方法に比して, 経済性や施工性など優れている⁵⁾.しかし,炭 素繊維補強した鋼部材の接着界面における早期 劣化が報告されている.

鋼部材の素地調整が不十分な場合, 接着剤の 界面剝離や樹脂下での腐食が発生・進行するこ とが懸念される. 炭素繊維シートによる鋼部材 の補修・補強部の力学性能を長期間維持するた めには,現場状況に応じた素地調整法を適切に 選定する必要があるが,その基礎的な知見がほ とんど得られていない.本研究では,ブラスト や動力工具による素地調整後の普通鋼板の表面 特性に着目し,それらの素地調整法が接着性能 に及ぼす影響を解明した.また,鋼素地の表面 特性が CFRP-鋼の接着挙動を実験的に検討する 上で,大気環境因子(水分,高温,乾湿サイク ルなど)が接合部および樹脂材の劣化機構に及 ぼす影響を学際的視点で評価した.

この研究は未腐食鋼板に焦点を当てており, 今後腐食鋼板を研究対象とした場合には,劣化 機構の考察において既存の結果を裏付けとして 参考にする必要があるでしょう.腐食鋼板の場 合は,素地調整法が鋼板表面の物理的および化 学的特性に著しく影響を及ぼすため,その接着 性能と界面耐久性はさらに低下する恐れがある. 特に,重度腐食した鋼部材のさびと塩類の残留 が接着界面の剝離・力学低下に及ぼす影響につ いては,多数のパラメータが相互干渉するため 非常に複雑であり,今後の研究で検討する予定 である.

2. 試験体

2.1 供試材

試験体に用いた供試鋼材は,溶接構造用圧延 鋼材 JIS G3106 SM490A を用いた.鋼板の寸法 は 120mm×60mm×6mm である.

炭素繊維シートには,高強度グレードの一方 向織物(MRK-M2-20,三菱ケミカル社製)を使 用し,繊維シートの厚さは0.111mmである.ま た,炭素繊維シート用含浸エポキシ接着剤は, 二液型熱硬化性エポキシ樹脂XL-800(エポサー ム®レジン,三菱ケミカル社製)であり,主剤 と硬化剤の配合重量比は4:1とした.これらの 材料を用いてCFRP-鋼の複合材試験体を製作し た.

なお,鋼材,炭素繊維シート,および含浸樹 脂の材料特性については,**表-1**に示されている.

Tensile Modulus of Density Materials strength elasticity ρ (g/cm³) $\sigma_{\rm t}$ (MPa) E (GPa) Steel plate 568 206 7.85 Pitch-based 5,000 235 1.82 carbon fiber Carbon fiber 3,400 230 / fabric

N/A

1.10~1.30

表1 供試材の材料特性

2.2 複合材試験体

Adhesive, epoxy

resin XL-800

研究対象となる複合材試験体の作製は,以下 の手順で行った.

30

1) 素地調整した鋼板表面を有機溶剤で洗浄 し,乾燥させる.炭素繊維シートを指定寸法 120 mm×60mm に裁断する.

2) 含浸樹脂 (XL-800) を鋼板と炭素繊維シートにローラー刷毛で塗布し,浸透させる.しば らく放置してから,炭素繊維シートの両面を完 全に含浸させる.

3) 炭素繊維シートを鋼板表面に敷設し, 必要 な積層数を繰り返して仕上げる. 4) ワイパーで樹脂の塗布量を調整しながら 気泡を取り除き,ポリエステルフィルムを炭素 繊維シートの表面に被せ,ガラス板で試験体を 平坦に仕上げる.

5) 試験体をオーブンに移し、ガラス板の上に 重りを載せ、35℃の恒温環境で5日間以上養生 することで硬化させる.

この製作手順は現場の連続繊維シート接着工 法に一致している.

3. 試験方法

3.1 鋼素地調整方法

鋼橋の製作時における構造部材の素地調整法 には、一般的にブラスト処理が採用されるが、 既設橋梁の維持管理の際には、手工具や動力工 具が併用されることもある.そこで、本研究で は、鋼板表面に適用する計3種類の素地調整方 法を検討した.

試験に用いる鋼板は,うねりや表面粗さの不 整が検討結果に及ぼす影響を排除するために, NC 旋盤で 0.1 mm の切削加工を施した.加工面 の算術平均粗さ Ra が 1µm 以下の鋼板のみを試 験に使用し, Ra 値は触針式表面粗さ測定機で測 定を行った.その後,鋼素地で表面処理が行い, これらの素地調整程度は,鋼構造物の補強にお ける使用実績から決定した.施工条件を以下に 示す.

①ディスクサンダー処理(以下,DS): 電動 回転グラインダを用いて,砥石(ペーパーサン ダーディスク#120,直径:100 mm)を回転させ て,約 2~3 分間連続研磨した.

②ワイヤブラシ処理(以下,WB):電動回転 グラインダを用いて,砥石(回転カップワイヤ ーブラシ,ワイヤの直径は3 mm)による 2~3 分間に高速動力研磨した.

③グリッドブラスト処理(以下,ABT):研磨 力が高いの投射材,スチールグリット(モース 硬度:10,JIS 粒度指数:52.6,比重 7.4)を採 用し,投射の圧力,距離および角度は,実構造 物の一般施行の条件に基づき,それぞれ 0.7 MPa, 300 mm および 60°とした.これらの下地調整 程度は ISO 8501-1 に規定される Sa2.5(1種ケレ ンと同等)に準じて実施した.

各素地調整後には,約 1.2MPa の圧縮空気で 試験体表面に残留した粉塵を除去した.

3.2 表面性状の測定

鋼板の表面性状を定量的に評価するため,走 査型レーザー顕微鏡 LSCM (OLS4500,オリン パス社製,平面分解能:0.12 μm)を用いて,表 面凹凸の3次元データを計測した.対物レンズ は20倍,測定ピッチを1.8 μmで設定した.計 測結果に基づいて,表面粗さに関する主なパラ メータを計算した.計算方法については,鋼板 中央における0.6mm×10mmの領域から,幅方 向に等間隔の11 ラインのデータを抽出し,その 平均値は線粗さパラメータとして算出した.

3.3 引張付着試験

引張付着試験は JIS K5600-5-7 に定められる プルオフ法に基づいて行われた.ドリーを試験 面に対して垂直に引き抜くことで垂直引張荷重 を計測した.引張付着試験には卓上引張圧縮試 験機 (MSC-10/500-2,東京衡機試験機社製)を 用い,引張速度は 0.5 mm/min とした.機械的性 能の試験は,いずれも室温 $23\pm 2^{\circ}$,湿度約 50%RH で実行された.

引張試験時にジグとドリーが2点接触するようにした.ドリーの材料には,Al合金(JIS H4000 A2017)を使用し,径20mmのドリーを機械切削して製作した.また,ドリーの接着面を均一な粗さを確保するため,サンドペーパー(#120)で一方向に研磨した.次に,必要最小限の量の接着剤を均等に塗布した後,ドリーを試験体の対象面に接着させ,0.9MPaの垂直圧力を加えて,室内環境下で30分間初期硬化させた.その後,ドリー垂直方向の圧力を解放し,試験体をオーブンに移して,35℃で48h以上恒温養生させた.

引張試験には、素地調整した鋼板と CFRP-鋼の複合材試験体、の2種類を対象に実施した. 予想された引張破断モードは図1に示されている、鋼素地試験体には、接着強度と粘度が異なる2種類の二液常温硬化型エポキシ樹脂接着剤 TB2087N と TB2082C (スリーボンド社製)を使 用し、鋼素地表面の接着性能を相互に検証した. 一方、ドリーと複合材の接着面ではく離が発生 すると、複合材試験体の接着性能は評価できな くなるため、接着力の高い TB2087N のみをドリ ーと CFRP 表面の接着剤として使用する.また、 付着不良を防ぐため、CFRP 表面のドリー接着 部位もサンドペーパー(#120)を用いて粗化処 理した.



図1 破断モード

接着剤が硬化したら、ドリー円筒周囲の接着 面及び CFRP を貫通して素地に達する切り込み を行う. 試験体の引張接着強度は、同条件で試 験を3回繰り返し行い、測定した破断強度の平 均値と定義した.

3.4 複合材試験体の劣化試験

CFRP-鋼の接合部に対する水分と温度の影響 を考慮し、劣化促進試験を実施した.劣化試験 に先立って、複合材試験体のコア領域の周りに 鋼素地が露出するまで、円形の溝をあけた.こ れは、接着界面劣化を促進するため、回転ドリ ルを用いて、CFRP 層に滑らかな断面カットを できて、切削溝の幅は約2~3mmで制御した.

劣化促進試験の流れは2日間の初期状態調節 した後,30日間の劣化試験を行う.初期状態調節 した後,30日間の劣化試験を行う.初期状態調 節として,複合材試験体を室温環境の3.5wt% NaCl 溶液に浸漬した.そして,室温浸漬劣化 (IM)と高温乾湿劣化(WD)試験では,それ ぞれ3.5wt% NaCl 溶液連続浸漬,および乾湿サ イクルで行った.WD劣化条件はJIS K6857 接 着剤の耐水性試験方法にしたがって,8時間 60℃の乾燥過程および16時間室温23±2℃の浸 漬過程を繰り返して30サイクルに供した.

劣化試験後,複合材試験体の円形コア領域に アルミドリーを接着し,プルオフ法で引張試験 を行った.各試験体の引張付着試験手順を図2 に示している.



図2 各試験体の引張付着試験手順

3.5 含浸樹脂の劣化試験

樹脂単体対する IM と WD の劣化試験による 影響を検討するために,図3に示すように,ダ ンベル形樹脂試験片を対象に IM と WD の劣化 試験を行った.含浸材 XL-800の樹脂試験片は, ハードシリコンモールドを用いて,NF ISO527-2 規格に基づき製作した.試験片の標準断面積を 10×4 mm に設定した.なお,樹脂試験片に対し ては、塩分による腐食の影響を考慮する必要が ないため、IM および WD の劣化条件で使用さ れる溶液をイオン交換水に置き換えた.

劣化後の引張試験は前述した卓上引張圧縮試 験機で引張試験を行った,引張速度は5mm/min とした.引張試験に先立って,樹脂サンプル方 面の中央に2軸直交塑性域ひずみゲージ

(YFLCAB-2-3LJB-F,東京測器研究所社製)を 貼付した.なお,試験片3個を一組にして,実 断面積により各試験片の引張強度を算出した.



図3 ダンベル型樹脂試験体の形状・寸法および引張試験(単位:mm)

3.6 SEM-EDX

走査電子顕微鏡 SEM-EDX ((株)日立ハイテク 製, SU3500)を用い,各試験体の引張破断面に おける微細な表面構造を観察する. SEM 観察で は,加速電圧と真空度をそれぞれ 15kV, 30Pa と設定して行った.なお,EDX によるによる元 素 (Fe, O, Cl,および C)を面マッピングし, 腐食部位の元素分布および塩類物質の滲入を分 析した.

4. 試験結果

4.1 鋼素地の表面特性

各種の素地調整法を用いて処理された鋼素地 の表面状態をマイクロ顕微鏡で観察し,その結 果を図4に示す.それぞれの素地調整法によっ て,鋼素地表面の色相・明度が異なっている. 試験体 DS は光沢のシルバー色,WB はメタリ ックの銀黒色,ABT はマットなグレー系色にな っている.表面の傷跡やテクスチャーも全く異 なり,DS は浅くて細かく,WB は深くて粗く, ABT は研削材の機械的な衝撃により,鋼板表面 に高度な複雑性と不規則性が生じている.



図5 表面凹凸の3次元計測データ(Height scale: 0~150µm)

LSCM で計測された領域は 10460µm×600µm であり、この領域内の 3D 粗糙度データを図 5 に示されている. 深さ方向のうねりと表面粗さ について、ABT は他の2つの電動工具に比べて 著しく大きいことが明らかになった.

過去の研究によれば,異なる素地調整法で処 理した鋼板の高さ方向の線粗さ指標である Ra, Rz などは,処理面の接着強度と強い正の相関が あることが確かめた ^の.一方,田村らの研究 ^η によれば,ブラスト処理面の接合強度には高さ 方向の指標に加えて,算術平均傾斜などの表面 凹凸を表現する指標が影響しており,接合強度 に対して強い相関性を有することが確認されて きた.本研究では,JIS B 0601-2001 に基づき, 基準長さ ln=10460µm における輪郭曲線の算術 平均粗さ(Ra),および高さと幅の複合指標であ る局部傾斜の二乗平均平方根(RΔq)を,それぞれ 式(1)および式(2)で算出した.

計測された表面プロファイルの点数がN点存 在するとき,輪郭曲線の山高さZ(x)を用いて, 算術平均粗さは次式に示す.

$$Ra = \frac{1}{N} \int_0^N Z(x) dx \tag{1}$$

局部傾斜 dz/dx の二乗平均平方根は次式のように表される.

$$R\Delta q = \sqrt{\frac{1}{N} \int_0^N \left(\frac{d}{dx} Z(x)\right)^2 dx}$$
(2)

LSCM の計測結果から,固体の実際表面積の 計測値を A_t,公称面積を A_n とした場合, Wenzel 表面粗さ係数 r は,以下の式(3)で計算される.

$$r = \frac{A_{\rm t}}{A_0} \tag{3}$$

上記の計算方法に基づき,各パラメータの計 算値の比較結果を**表**2に示された.

(1) 算術平均粗さRaとWenzel粗さ係数r:DS <WB < ABT

Wenzel 粗さ係数と高さ方向の粗さパラメータ を比較すると、DS と WB の差異はわずかであ り、ABT は他の方法よりも明らかに大きくなっ ている. つまり、公称表面積に対するブラスト 処理後の実際の接着面積が最も大きくなり、 ABT 鋼素地の表面状態は最も粗いと言える.

(2) 二乗平均平方根傾斜 RAq:WB<DS<ABT 電動工具の DS と WB に対する RAq は同程度 であり,一方で ABT は電動工具の4倍程度にな っている.表面処理によって形成される表面凹 凸の傾斜が大きい場合,荷重(引張・せん断方 向の荷重)をかける際には,各凹凸から樹脂が 抜けにくくなる.そのため,より大きな局所傾 斜値が期待されている.

表2 鋼素地の表面粗さパラメータの計算結果

Surface	Wenzel	Line roughness parameter	
treatment	factor r	Ra (µm)	R∆q (deg.)
DS	1.028	0.70	11.686
WB	1.034	1.43	10.241
ABT	1.266	10.03	40.518

4.2 鋼素地の引張付着強度

鋼素地試験体の引張付着試験の結果を図 6(a)に示す.破断面の観察から,支配的な破壊 モードは鋼板と接着剤の界面剥離破壊であるこ とが確認された.

接着剤自体の接着強度が異なるため、同じ鋼素地でも接着剤によって破断強度に大きな差が 生じる.ただし、接着剤によらず、ABT表面へ の付着性が最も優れていることが確認されてい る. Gent と Lai⁹は, 粗さが実接着表面積を減 少させない限り,表面積と接着力には線形増加 の傾向があることを示している.ここで,動力 工具で処理した鋼板の実表面積と公称面積はほ ぼ等しいのに対して, ABT の実表面積が公称面 積の 1.2 倍以上になった. ABT の公称面積当た りの接着面積が大きくなるため,接着強度が高 くなったと考えられる.また,清浄な鋼板表面 の接着強度は,その幾何的特徴に大きく依存す るため, ABT 独自の機械的なインターロック機 構やフラクタル特徴によって,表面の密着性が 大幅に向上することが期待される[®].

異なる接着剤で得られたデータを比較するために、各組のデータの最大値を「1」としてスケーリングし、接着強度の結果を正規化した.図6(b)に示すように、接着剤 TB2082C と TB2087N両方とも ABT > DS > WB の順になっており、2 組のデータ分布は非常に一致している.



図6 素地調整法による鋼素地の引張接着強度

動力工具 DS と WB で処理した鋼板の表面粗 さはほぼ同程度であるが,WB の接着強度は DS に比してわずかに低下していることが見られる. 原因としては,WB 表面処理により鋼板表面の 化学組成が変化すると推察された.SEM-EDX を使用して,WB の破断面での元素分析結果を 図7に示す.Cの元素量が18.12 at%であること から,鋼板表面に少量の樹脂が残っていること が示された.さらに,Oの元素量は7.74 at%で あり,明確な点状酸化領域が観察された.この 点状領域は鋼素地に均一に分布しており,他の 試験体には見られないWB 特有の現象である.

WB 処理において,カップワイヤーと鋼板の 接触面積が相対的に小さいため,接触時に摩擦 熱と衝撃が大きくなり,素地調整過程で生成さ れた金属酸化物層が点状分布であると判断した. この摩擦熱と衝撃作用により,鋼素地表面で局 所的に高温酸化が起こり,疎水性の黒色系の酸 化物層が生成されるためと考えられる.



図7 ドリー接着破断後 WD 鋼素地における SEM-EDX の元素分析結果

4.3 複合材試験体の劣化分析

劣化促進試験に用いた試験体はすべて積層数 1の複合材試験体である.ここで,UA(未劣化), IM (浸漬),および WD (乾湿サイクル),3 グ ループの複合材試験体の引張破断強度の結果を 図8(a)に示す. 異なる素地調整を行った UA 試 験体の平均引張破断強度 σ_tは 19.98MPa である. この値を単位ベースとし、劣化後の破断強度を 正規化された結果を図8(b)に示している.同じ 条件下で異なる表面処理を施した試験体の強度 平均値を比較することで、IM 浸漬劣化後の ot は UA に比べて 34.2%低下し, WD 劣化後の ot は UA に比べて 55.1%低下した. 横軸に示され たケールについて,同じグループ内で素地調整 方法による σtの差異は 6.2 から 10.5%の範囲内 で、大きな差異は見られなかった. つまり、機 械的特性の低下は主に環境条件に依存し、鋼素

地の表面処理状態が劣化後の付着強度に与える 影響は比較的に小さいと考えられる.

しかしながら, 引張試験後の破断面写真から, 鋼素地の表面処理方法によって破断モードに若 干の差異が見られている. UA および IM グルー プの試験体では CFRP の層間破壊が支配的な破 壊モードであったが,一部の WD 試験体では樹 脂と鋼素地の界面剝離が生じた.したがって, CFRP 聚合物複合材料と鋼の接着強度の低下は, 接着界面の剝離や水分侵入,樹脂含浸材の化学 的水解などの要因が共同作用して引き起こされ る^{10,11}.

IM 劣化条件下,含浸材が水分を吸収し,樹脂 の劣化や樹脂と繊維の界面劣化につながり層間 強度が大幅に低下した.一方,WD 劣化条件下



(b) 相対的な強度降下率

図8 IM/WD 劣化促進後の複合材試験体のプル オフ引張試験結果

では, DS と WB 試験体には CFRP 層間破壊と界 面破壊の混合破壊が発生した.これは、エポキ シ樹脂と金属の熱膨張率に差異があるため、環 境温度変化や樹脂の吸水膨張により、樹脂・鋼 素地の接着界面にひずみ(せん断応力)が生じ ると推察した. 粗い金属表面 (例:ABT) では, 二種類の材料が機構的にインターロックしてい るため、接着界面での熱膨張応力がアンカー効 果で樹脂と CFRP 層に伝達されると考えられる. ただし、表面粗さが比較的に小さい場合は、激 しい温度変化によりせん断応力が切断端部に集 中し, エポキシ樹脂・鋼素地の界面剥離が境界 部から発生しやすくなると考えられる. 全体的 に、WD 試験体は IM 試験体に比べて強度が低 下した.これは、水分と熱の総合的な作用によ って,界面劣化が加速されたためと考えられる.

試験体 WB-(WD)の破断面に鋼の露出部位に おける, SEM-EDX で測定した C, Cl, Fe, O の 元素分布を図 9 に示した. CFRP 接着領域の境 界線付近に大きな腐食領域が観察された. この 領域には,多くの Cl が存在し,厚く層状に堆積 したさびが観察された. この腐食領域には,塩 分の浸入だけでなく,腐食によるさびの体積膨 張が起こり,界面劣化の進行を促進する可能性 がある.



図9 試験体 WB-(WD)の破断面における SEM-EDX の元素分析

著者らの先行研究。によれば、WD条件下で 接着界面での水分吸着過程は、劣化試験の初期 段階で発生することが証明されている.また、 WD条件下で接着端部には高温で増大する界面 せん断力が生じ、微小な裂け目や界面損傷が生 じやすくなっている.この高温濡れ段階には、 水や塩分などの腐食要因物質が切断溝から剝離 界面に侵入することで、厳しい腐食を引き起こ す可能性が高まる.一方、IM劣化条件下では、 浸漬環境に酸素拡散が制限されているため、界 面劣化の初期段階では、この水分浸透領域で腐 食がすぐに発生するわけではないと推測された. これらの理由から、IMに比べて WD劣化条件 下で試験体の接着界面の劣化がより発生しやす いと推測された.

水分が CFRP-金属の接合部に与える影響は, 通常,吸着と吸収の2つの過程によるものとさ れる.吸着の過程では,水分は樹脂接着剤と金 属の接着界面を通じて透過し,界面劣化やその 後の機械的性能の低下を引き起こす.一方,吸 収の過程では,水分が接着剤や含浸材に浸透し, 樹脂内部に拡散することで,樹脂材の性能低下 が起こす.したがって,本章で述べた界面劣化 に加え,樹脂の吸水過程による CFRP-鋼接合部 の劣化メカニズムも検討する必要がある.次章 では,樹脂劣化による複合材試験体の層間強度 低下への影響を考察するため,同様の劣化条件 下で樹脂材料の性能低下を詳しく分析する.

4.4 含浸樹脂材の劣化分析

ダンベル型の樹脂試験片を用いて、IM、WD 劣化試験後に単軸引張試験を実施した.測定し た $F-\delta$ 曲線およびひずみデータから計算した引 張強度,ヤング率,およびポアソン比を**表**3 に 示す.すべての試験片が脆性破壊を起こしたた め,引張強度は破断強度に等しいと見なされる.

各試験体の引張強さ σ_u および破断時の最大変 形量 δ_u は、図 10(a)に示されている.また、各 グループに代表的な1枚試験片の応力-ひずみ曲 線を図 10(b)に示している.未劣化 UA に比べ、 WD 劣化が樹脂強度に与える影響はほとんどな かった.これに対して、IM 劣化は樹脂の引張強 度を 31.8%低下させることが見られた.破断時 の樹脂試験片の最大変形量 δ_u については、UA に比べ、WD と IM はそれぞれ 26.2% と 62.4% 増 加した.つまり、WD と IM 劣化過程は、樹脂 の変形能力を向上させることが分かった.なお、 劣化前後の樹脂のポアソン比を比較すると、い ずれの劣化条件でも変化量は 10%以下であり、 ほぼ変わっていないと言える.

ヤング率は、樹脂材の剛性を表す指標である. 劣化前後のヤング率を比較することで、WD と IM は両方ともヤング率の低下を引き起こし、 UA よりそれぞれ 18.0%と 31.9%低下した. IM 浸漬条件においては、樹脂の水分吸収が起こり、 それによって樹脂の剛性やヤング率が著しく低 下することを確かめた.水分の影響と関連する ヤング率 E の降下現象は、樹脂内で水分子が可 塑化作用を発揮することが原因と考えられてい る¹²⁾.

本稿のWDサイクル条件については,浸漬期間が16h,乾燥期間が8hであり,水分は樹脂内部に浸透する前に乾燥したのため,水分が樹脂

の力学的性質には顕著な損傷を与えられずと考 慮した. IM 条件下では連続で 720h 浸漬する場 合は、樹脂内の吸水量は持続的に増加できる. したがって、水分による材料特性の変化が、樹 脂の破断強度低下の要因であると推測された. 一方、WD の高温乾燥の影響については、周囲 温度が樹脂材料のガラス転移温度を超えると軟 化は発生する恐れがあるが、常温に移すと材料

表3 劣化前後の含浸材 XL-800 の機械的性質

Specimen	Tensile	Modulus of	Poisson's
ID	strength (MPa)	elasticity (MPa)	ratio
UA	40.5 ± 4.8	$3,192\pm318$	0.372
IM	27.6 ± 3.6	$2,175\pm138$	0.398
WD	40.0 ± 0.4	2,619±195	0.355



⁽a) 引張強さと破断時の最大変形量



の引張強度が回復し、同時に変形耐性も向上した. Fernando ら¹³⁾は、CFRP-鋼接合界面に関する実験的研究結果により、接着強度が界面破壊 エネルギーに強く依存することを示している. また、弾性率は低いがひずみ容量が大きい非線 形接着剤は、引張強度が同等またはそれ以上の 線形接着剤よりもはるかに高い界面破壊エネル ギーを有することが明確になる.したがって、 高温サイクルによる樹脂の変形能力の向上は、 材料特性の視点では有益と言える.

5. 結論

本研究では、炭素繊維シートと鋼板の接合部 に着目し、3 種類の素地調整法が鋼板の表面性 状および CFRP-鋼の接着挙動に与える影響を実 験的に検討した.さらに、大気環境因子(水分、 高温、乾湿サイクルなど)が接合部および樹脂 材の劣化メカニズムに与える影響を学際的な視 点で評価した.本研究で得られた主な知見を以 下に示す.

1) 接着剤の種類に関係なく,本研究で検討し た素地調整法は,ABT 表面への付着性が最も優 れていることが確認された.これは,ABT の実 接着面積や局所傾斜値が動力工具よりも大きく, 荷重をかける際に各凹凸から樹脂が抜けにくく なっているためである.また,動力工具 DS と WB で処理した鋼板の表面粗さはほぼ同程度で あるが,WB の接着強度は DS に比してわずか に低下している.原因としては,WB 表面処理 により鋼板表面の化学組成が変化すると推察さ れた.WB 処理において,摩擦熱と衝撃作用に より,点状酸化物が生成されることを観察した.

2) UA(未劣化), IM(浸漬),およびWD(乾 湿サイクル)条件下の複合材試験体の引張試験 結果から, UAおよびIM試験体ではCFRPの層 間破壊が支配的な破壊モードであり, IM劣化に より接着強度が約3分の1に低下した.一方,

一部の WD 試験体では樹脂と鋼の界面で剝離が 生じ,その接着強度は IM に比べてさらに低下 した.したがって,CFRP 複合材と鋼の接着強 度の低下は,接着界面の剝離や水分侵入,樹脂 含浸材の化学的水解などの要因が共同作用して 引き起こされると推察した.

3) 長期間の浸漬により、樹脂の水分吸収が起 こり、それによって樹脂の剛性やヤング率が著 しく低下することを確かめた.一方、高温乾湿 サイクルによる樹脂の引張強度に与える影響は ほとんどないが、破断まで最大変形量を向上さ せることが明らかにした.

6. 謝辞

本研究は、九州建設技術管理協会(研究代表 者:楊沐野)および JSPS 科研費 JP19K15074(研 究代表者:楊沐野)の助成を受けたものです. また、炭素繊維シート材料と含浸樹脂は三菱ケ ミカルから御提供頂いた.ここに記して、感謝 の意を表する.

7. 参考文献

1) Tafsirojjaman, T., Dogar, A. U. R., Liu, Y., Manalo, A., and Thambiratnam, D. P.: Performance and Design of Steel Structures Reinforced with FRP Composites: A state-of-the-art review, Engineering Failure Analysis, pp: 106371, 2022.

2) 土木学会: FRP 部材の接合及び鋼と FRP の接着接合に関する先端技術,複合構造レポート 09,2013.

 3) 桑城志帆,中尾臨,松田聡,岸肇:炭素繊維強化アクリル樹脂複合材料の曲げ疲労特性,日本接着学会誌, 53巻3号,pp:83-88,2017.

 杉浦江,小林朗,稲葉尚文,本間淳史,大垣賀津雄, 長井正嗣:鋼部材腐食損傷部の炭素繊維シートによる補 修技術に関する設計・施工法の提案,土木学会論文集F, 65巻1号, pp:106-118, 2009.

5) 井比亨,北根安雄,三ツ木幸子.腐食した鋼桁端部 に対する当て板補修の性能回復機構に関する研究.構 造工学論文集A,65A巻,pp:466-478,2019.

6) Muye Yang*, Jiajing Xie, Shigenobu Kainuma, Weijie Liu. Improvement in bond behavior and thermal properties of carbon fiber-reinforced polymer strengthened steel structures, Composite Structures, 278, pp: 114704, 2021.

7)田村勇太,木村文信,山口英二,名倉尚丈,梶原優介. ブラスト処理を利用した金属/樹脂直接接合における処 理面性状と接合強度の相関,精密工学会学術講演会講 演論文集,2016,2016S巻,2016年度精密工学会春季大 会,セッション ID P45, p:903-904.

8) Kim, A., Kainuma, S., Yang, M.: Surface characteristics and corrosion behavior of steel substrate treated by abrasive blasting. Metals, Vol.11, pp: 2065, 2021.

9) Gent, A. N. and Lai, S. M.: Adhesion and autohesion of rubber compounds: effect of surface roughness, Rubber Chemistry and Technology, 68(1), pp: 13-25,1995.

10) Heshmati M, Haghani R, Al-Emrani M.: Environmental durability of adhesively bonded FRP/steel joints in civil engineering applications: State of the art. Composites Part B: Engineering, 81, pp: 259-275, 2015.

11) Xie, JJ., Yang, M. and Kainuma, S.: Effect of epoxy resin degradation on the adhesion strength of CFRP-steel joint. 鋼構造年次論文報告集, Vol.30, pp: 181-188, 2022.

12) Oliveira, MS., da Luz, F. S., Pereira, A. C., et al.: Water immersion aging of epoxy resin and fique fabric composites: dynamic-mechanical and morphological analysis. Polymers, 14(17), pp: 3650, 2022.

13) Yu, T., Fernando, D., Teng, J. G., Zhao, X. L.: Experimental study on CFRP-to-steel bonded interfaces. Composites Part B: Engineering, 43(5), pp: 2279-2289, 2012.