第3章 高力ボルト材料の耐遅れ破壊特性の評価

3.1 本研究で用いる試験方法

本研究では、実ボルトの締結応力状態に近い試験法を採用して、ボルト材料の違い、ボルトね じ形状の違いを評価するとの観点から、試験方法として基本的にH_E/H_c法を用いた。すなわち、試 験片は対象とするボルトから作成し、試験片形状は各ボルトのねじ部に生じる応力状態を考慮し た環状切欠き試験片を用いた。載荷方法はボルト締結状態と同じ定荷重載荷を採用し、耐遅れ破 壊性能の評価は侵入水素量と破断時間を比較することにした。ただし、侵入水素量H_Eの測定に関 しては、H_E/H_c法では厳しい腐食環境での暴露試験や、腐食促進試験が採用されるが、実環境模擬 としての合理的根拠に欠けるため、H_E*/H_c*法で採用されている pH2 に調整された NaCl 添加腐食溶 液に浸漬する測定方法を採用した。

また、既往の研究では、屋外環境の腐食反応で生じる錆の下の鋼材表面の pH は、pH2 程度まで 低下することが分かっているが、本研究では NaCl 添加腐食溶液の pH の感度も確認するため、既 往の研究で用いられてきた pH2 だけでなく、pH を 1~3 に変化させて試験を行うこととした。

3.2 供試ボルトの諸元

本共同研究では、高力ボルト S10T、及び S10T との比較材として S10T の製造過程で焼戻し温度 を調整し、引張強さ 1,250N/mm²を目標値として製造したボルト(以下、「S11T」という)、並びに 建築分野で採用が進んでいる耐遅れ破壊性能を改善した引張強さ 1,200N/mm²以上の超高力ボルト S14T、F12T(溶融亜鉛めっき処理)を対象に耐遅れ破壊特性を評価した。

3.2.1 供試ボルト材料の化学成分

各供試ボルトの使用材料の化学成分を表-3.2.1 に示す。S14T 及び F12T は耐遅れ破壊性能を向 上させるために Mo(モリブデン)及び V(バナジウム)が加えられている。

	С	Si	Mn	Р	S	Cr	AI	Ti	Мо	V	В
S10T	0.20	0.14	0.80	0.006	0.013	0.38	0.031	0.020	-	-	0.0020
S11T	0.19	0.15	0.80	0.019	0.005	0.38	0.031	0.020	-	-	0.0019
S14T	0.41	0.04	0.47	0.004	0.005	1.23	0.028	-	Add	Add	-
F12T	0.40	0.04	0.48	0.005	0.006	1.23	0.032	-	Add	Add	-

表-3.2.1 供試ボルトの化学成分(%)

3.2.2 供試ボルトの製造

表-3.2.1 に示す供試ボルトの製造は、素材(バーインコイル φ 21.5mm)をボルト成形(冷間圧 造)、ねじ転造、熱処理(焼入れ・焼戻し)、溶融亜鉛めっき処理(F12T のみ)の順で行った。こ こで、S10T 及び S11T のねじ形状は JIS B 0205 による形状(以下、「JIS ねじ形状」という)であ り、S14T 及び F12T はねじ谷部への応力集中が低減された形状(以下、「超高力ボルトねじ形状」 という)とした(図-3.2.1)。



3.2.3 供試ボルトの機械的性質

製造した各供試ボルトから切り出し加工した試験片及び各供試ボルトの機械的性質を表-3.2.2 に示す。

		4号詞	製品			
	耐力	引張強さ	絞り	引張荷重	硬さ	
	N/mm^2	N/mm^2	%	kN	HRC	
S10T	1034	1078	20	72	329	33
S11T	1150	1257	18	68	375	39
S14T	1352	1454	16	52	463	43
F12T	1187	1237	18	57	390	40

表-3.2.2 供試ボルトの機械的性質

3.3 限界拡散性水素量 H_cの測定

3.3.1 試験片

遅れ破壊試験に用いた試験片形状を図3.3.1に示す。試験片は、3.2.2 で供試ボルトとして製造したボルトから切出し加工した。環状切欠き先端の形状は、供試ボルトのねじ形状の応力状態を再現できるように3種類(切欠き先端の半径:0.1R、0.25R、0.41R)とした。0.1RはJISのボルト形状のねじ底に発生する応力よりも厳しい条件の再現、0.25RはJISのボルト形状の再現、0.41Rは超高力ボルト形状の再現したものである。



図-3.3.1 試験片形状

3.3.2 試験方法

試験手順は、図2.1.5 に示した限界拡散性水素量Hcの評価フローに従い実施した。この試験での均一化処理、水素分析の詳細は以下のようにした。

・均一化処理 : S10T、S11T では 3 時間室内放置、S14T、F12T では 96 時間室内放置した。

・拡散性水素量測定 :ガスクロマトグラフ法を用いた。

3.3.3 試験結果

定荷重試験で得られた拡散性水素量と破断時間の関係を図3.3.2から図3.3.7に示す。これらの図を基に、各試験片について100時間破断しない時の最大の平均水素量を限界拡散性水素量Hcとして求め、表3.3.1にまとめを示す。具体的なHcの求め方は、100時間以内で破断した試験片の平均水素量の下限値よりも小さい値で,100時間経過時点で破断しなかった試験片の平均水素量の最大値を選定した。なお、右下がりの直線(点線)は破断試験片の平均水素量と破断時間との傾向を示すために引いた参考ラインである。

(1) 0.1R 試験片

切欠き先端の半径が 0.1R である試験片に関して、S10T、S11T の結果を図 3.3.2、図 3.3.3 に、S14T、F12T の結果を図 3.3.4、図 3.3.5 に示す。これらは切欠き先端の半径が同じ条件であるので、材料間の耐遅れ破壊特性を比較することができる。S10T (0.1R)の Hc=0.4ppm に対して、熱処理により強度を高めた S11T (0.1R)では Hc=0.1ppm となっている。同じ化学成分であっても、強度が高くなることで、耐遅れ破壊性能が低下する(限界拡散性水素量 Hcが小さい)ことがわかる。S14T (0.1R)は Hc=3.2ppm で、F12T (0.1R)は Hc=4.0ppm であった。S10T、S11T に比べて、共に Hcの値は大きい。これは化学成分 V (バナジウム)を含有する水素トラップ性能が高い材料の一般的特徴である。



(2) 0.25R 及び 0.41R 試験片

切欠き先端の半径が0.25Rである試験片のS11Tと0.41Rである試験片のS14Tの結果を図3.3.6、 図3.3.7に示す。これらは切欠き先端の半径が0.1Rより大きい条件であるので、切欠き先端の半 径が耐遅れ破壊性能に与える影響を調べることができる。

S11Tの H_c は、0.25Rで H_c =0.5ppmとなり、0.1Rに比べて5倍となっている。S14Tは、0.25Rで H_c =4.0ppm、0.41Rで H_c =4.1ppmとなり0.1Rに比べて若干大きい。いずれの材料に関しても切欠き先端の半径が大きくなることで H_c は大きくなることがわかる。



(3) 切欠き先端の半径の影響

S11T と S14T に関して、切欠き先端の半径 R と Hcの関係を図 3.3.8、図 3.3.9 に示す。両試験 片においても R が大きくなるに従い、耐遅れ破壊性能が高く(限界拡散性水素量 Hcが大きく)な っている。これは切欠き先端の半径が大きくなることで、応力集中が緩和され、その結果 Hcが大 きくなることを示している。このことは、ボルトのねじ山形状を改善することで耐遅れ破壊性能 が改善されることを意味している。



図 3.3.8 H_cと切欠き先端の半径 R (S11T)

図 3.3.9 Hcと切欠き先端の半径 R (S14T)

	切欠き先端の半径	Hc(ppm)							
S10T	$0.1\mathrm{R}$	0.4							
S11T	$0.1\mathrm{R}$	0.1							
S14T	$0.1\mathrm{R}$	3.2							
F12T	$0.1\mathrm{R}$	4.0							
S11T	$0.25\mathrm{R}$	0.5							
S14T	$0.25 \mathrm{R}$	4.0							
S14T	0.41R	4.1							

表 3.3.1 限界拡散性水素量 H₀の測定結果

3.4 侵入水素量 H_Eの測定

3.4.1 試験片

試験片形状は、基本的に S10T、S11T は ϕ =7.0mm、 L=40mm として試験片数 n=1 本とした。 S14T、F12T の V (バナジウム) 含有の試験片は、水素の拡散速度が極めて遅いため、水素が飽和 して定常値となるには長時間の浸漬が必要となる。そこで、試験片形状は細径の ϕ =3.0mm、L= 40mm とし浸漬時間の短縮を図った。試験片数 n=3 本を浸漬し平均値として分析した。

3.4.2 試験方法

ボルトに侵入する水素量は、暴露された腐食環境に大きく影響を受けるため、遅れ破壊評価で 使用する侵入水素量 H_Eをどのように定めるのかはその目的によって異なる。日本鋼構造協会のガ イドライン^{3.1)} (以下、「ガイドライン」という)では、高力ボルトの遅れ破壊評価で用いる腐食 溶液の仕様を定め、この溶液にボルト材料を浸漬し水素分析を行い H_Eを評価する。本共同研究で は、この手法に従って実施した。具体的な H_Eの評価手順は以下の通りで、図3.4.1 にその概要を 示す。

①試験片加工(試験片はボルトからの切り出し)

- ②試験片予備処理(洗浄、脱脂)
- ③浸漬試験による水素チャージ
- ④昇温脱離分析法(ガスクロマトグラフ法)による水素分析
- ⑤浸漬時間に対して定常値となる分析値 H_Eの決定

(1) 腐食溶液

腐食溶液は、0.5mol NaCl 溶液とHCl 溶液とを用いpH 調整して、pH1、pH2、pH3 の溶液を液温 30℃で準備した。ガイドラインでは、pH2 の腐食溶液が規定されているが、本共同研究では、さ らに厳しい条件での結果や、pH に対する試験結果の感度を確認する目的で、pH2 を含む範囲で腐 食溶液を準備した。

(2) 浸漬試験

浸漬試験による水素チャージは、浸漬溶液 500cc あたり試験片 3 本を浸漬した。溶液の pH は腐 食進行等の影響を受け変化するため、1 日 1 回の溶液交換を行った。浸漬時間は、図 3.4.1 に示 す③、④、⑤の手順を繰り返し行い、水素分析値が一定(飽和)となる時間が必要である。水素 が飽和となる浸漬時間は、材質と試験片の径(¢)に依存する。本共同研究では、これまでの実 績や図 3.4.2 に示した拡散係数の異なる試験片に関する理論計算した浸漬時間と H/H_{sat.}(H_E = H_{sat.})の関係を勘案して、いずれの試験片 S10T、S11T、S14T、F12T についても 96 時間とした。 (3)水素分析

水素分析は、ガイドラインの手順に従って行った。浸漬試験後の試験片の表面には錆び等が付 着しているため、事前にサンドペーパー等を用いてこれを除去し、アセトンで超音波洗浄し、大 気乾燥させた。水素分析開始までに時間を要する場合は、試験片内の水素の放出を防ぐため、液 体窒素の容器に冷凍保存した。







図 3.4.2 浸漬時間と H/H_{sat.}(H_{sat.}:飽和水素量)

3.4.3 試験結果

侵入水素量 H_E の測定値と表3.3.1の限界拡散性水素量 H_c を整理した結果を表3.4.1に示す。表中の<印は、 H_E の測定値が表中に示した値以下であったことを示す。F12T(子番3)の pH1の条件では、216時間後の時点で試験片を回収したが、腐食が過度に進行し重量が少なく、ガスクロマトグラフ法での測定が不可能であった。

各材料に関する侵入水素量 H_Eと腐食溶液 pH との関係を、図 3.4.3 から図 3.4.6 に示す。S10T の H_Eは、pH3 で 0.01ppm 以下、pH2 で 0.01ppm、pH1 で 0.095ppm となり、pH の低下に伴い H_Eは急 増する傾向にある。この傾向は、S11T でもほぼ同じ傾向を示している。S14T の H_Eは、pH3 で 1.81ppm、 pH2 で 1.97ppm、pH1 で 2.65ppm と漸増傾向にある。F12T の H_Eは、pH1 では腐食残量が少なく分析 値がないが、pH3 で 1.12ppm、pH2 で 2.50ppm と急増傾向となった。浸漬溶液温として 30℃に加え、 40℃も行っているが大きな差は見られない。

		腐食溶液			温洁叶阳	水素分析	抗動性水素量		Цa	
材料(n)	子番	滚荡	ъH	温度	/受/貝吋间 (hr)	昇温速度	<u>抵取住小系里</u> 着分節囲			$\rm H_{E}/Hc$
		冶成	рп	(°C)	(111.)	(°C/hr.)		(ppm)	(ppin)	
S10T(1)	1	3%NaCl	1	30	96			0.095		0.24
S10T(1)	2	3%NaCl	2	30	96			0.01		0.03
S10T(1)	3	3%NaCl	3	30	96	200		<0.01	0.4	<0.03
S10T(1)	4	3%NaCl	2	40	96	200	RI~200 C	0.01	(0.10R)	0.03
S10T(1)	5	3%NaCl	2	30	24			0.03		0.08
S10T(1)	6	3%NaCl	2	30	48			0.02		0.05
S11T(1)	1	3%NaCl	1	30	96			0.07		0.70
S11T(1)	2	3%NaCl	2	30	96			0.02	0.1	0.20
S11T(1)	3	3%NaCl	3	30	96	200 RT~200°C		<0.01		<0.10
S11T(1)	4	3%NaCl	2	40	96		0.01	(0.10R)	0.10	
S11T(1)	5	3%NaCl	2	30	24		0.02		0.20	
S11T(1)	6	3%NaCl	2	30	48			0.02 0.02		0.20
S14T(3)	1	3%NaCl	1	30	96			2.65		0.83
S14T(3)	2	3%NaCl	2	30	96			1.97	3.2	0.62
S14T(3)	3	3%NaCl	3	30	96	000		1.81		0.57
S14T(3)	4	3%NaCl	2	40	96	200	RI~300 C	2.10	(0.10R)	0.66
S14T(3)	5	3%NaCl	2	30	24			1.54		0.48
S14T(3)	6	3%NaCl	2	30	216			2.04		0.64
F12T(3)	3	3%NaCl	1	30	216で中断			-		-
F12T(3)	1	3%NaCl	2	30	168	200		2.50	4.0	0.63
F12T(3)	2	3%NaCl	2	30	288	200	RI~300 C	1.71	(0.10R)	0.43
F12T(3)	4	3%NaCl	3	30	288	1 [1.12		0.28	

表 3.4.1 侵入水素量 H_Eと限界拡散性水素量 H_cの測定結果



図 3.4.3 S10T の侵入水素量 H_E





3.5 耐遅れ破壊特性の評価

実際のボルトの耐遅れ破壊特性は、材料性能とねじ形状の効果が複合した特性となる。以下で は、材料性能とねじ形状に着目し、各々の材料の耐遅れ破壊特性の評価を示す。

3.5.1 材料性能の違いによる評価

切欠き先端の半径が 0.1R の条件の定荷重試験から得た限界拡散性水素量 Hc と侵入水素量 H_Eから算出した安全指標 H_E/H_cの値を表 3.5.1 に示している。各材料について、腐食溶液の pH と安全指標 H_E/H_cの関係を図 3.5.1 から図 3.5.4 に示す。

最も厳しい pH1 で H_E/H_cを比較すると、S10T、S11T、S14T は、それぞれ 0.24、0.70、0.83 であった。いずれも 1.0 よりも小さく、遅れ破壊に対して余裕がある材料であると判断される。F12T では pH1 の値は無いが、pH2 で H_E / H_cを比較すれば 0.63 であり、S14T の 0.62 とほぼ同じであるから遅れ破壊に対して同程度余裕があると判断される。また、pH3 では 0.28 であり、S14T の 0.57 よりも小さいので S14T に比べれば相対的に遅れ破壊に対して余裕がある材料であると判断できる。S10T の H_E/H_cは、いずれの pH であっても他の試験片と比較して小さく、S11T や S14T に比べると耐遅れ破壊性能に優れた材料と判断される。

S11T は、過去に遅れ破壊で問題となった F11T の模擬を意図して引張強さ 1250N/mm²を目標値と して製造した比較材である。S10T に比べると H_E/H_cの値が大きいものの、ある程度の遅れ破壊に 余裕がある結果となった。この理由は、過去に問題となった材料^{3.2)、3.3)}に比べ、その後の化学成 分や製造方法が改善されたことに影響していると考えられる。



3.5.2 ねじ形状の違いによる評価

JIS ねじ形状のねじ谷部の形状は 0.36R、超高力ボルトねじ形状のねじ谷部の形状は特殊なダブ ルR形状である。それぞれの応力状態を模擬する環状切欠き先端の半径Rは、3.6の応力解析の 結果によると前者が 0.25R で、後者が 0.41R となる。そこで、0.1R、0.25R、0.41R の環状切欠き 試験片を用いた定荷重試験の限界拡散性水素量Hc及びHe/Hcの値を表3.5.1、表3.5.2に示す。ま た、このうち最も厳しい pH 条件である pH1 での測定結果を抽出し図 3.5.5、図 3.5.6 に示す。S11T のH_E/H_cは、環状切欠き先端の半径 R が 0.1R から 0.25R と大きくなるに伴い大幅に低減している。 一方、S14Tの場合は、0.1R、0.25R、0.41Rと大きくなるに伴い緩やかではあるが低減している。 したがって、耐遅れ破壊特性を改善する目的でねじ形状を改善することは有効であるが、それだ けでは限界があることも予想される。

表 3.5.1 JIS ねじ形状の耐遅れ破壊特性への影響(S11T) 应合洨汸 $H_{\rm F}/H_{\rm o}$

T

材料(n)	子番	pН	温度 (°C)	浸漬時間 (hr)	H _E	Hc=0.1 (0.10R)	$H_{c}=0.5$	_
S11T(3)	1	1	30	96	0.07	0.70	0.14	_
S11T(3)	2	2	30	96	0.02	0.20	0.04	-
S11T(3)	3	3	30	96	<0.01	<0.10	<0.02	_

表 3.5.2 超高力ボルトねじ形状の耐遅れ破壊特性への影響(S14T)

				腐食溶液		H _E /H _C			
材料(n)	子番	pН	温度 (℃)	<mark>浸漬時間</mark> (hr)	H _E (ppm)	Hc=3.2 (0.10R)	Hc=4.0 (0.25R)	Hc=4.1 (0.41R)	
S14T(3)	1	1	30	96	2.65	0.83	0.66	0.65	
S14T(3)	2	2	30	96	1.97	0.62	0.49	0.48	
S14T(3)	3	3	30	96	1.81	0.57	0.45	0.44	



3.6 環状切欠き試験片による実際のボルトの応力再現性

環状切欠き試験片の切欠き部のR形状は実際のボルトねじ形状とは異なっているため、形状の 違いによる局部応力の違いを、解析により検証する。

各材料の耐遅れ破壊特性の評価を行う環状切欠き試験片(環状切欠きを設けた丸棒試験片)に 発生する局所応力は、日本鋼構造協会「高力ボルトの遅れ破壊評価法の開発小委員会」で詳細に 検討されており、切欠き先端の半径 0.1R、0.25R、0.8Rの結果は JSSC テクニカルレポート No.91^{3.4)} に記載されている。ここでは、前記の JSSC テクニカルレポートで示された解析条件で、JIS ねじ 形状及び S14T、F12T のねじ形状に発生する応力を軸対象モデルによる弾塑性解析により、公称応 力 σ N と最大主応力 σ max 及び最大静水圧応力 σ m との関係を求め、上記の環状切欠き試験片の結果 と比較した。

3.6.1 高力ボルトを模擬する環状切欠き試験片形状

実際のボルト F10T (M22) に発生する最大主応力 (実 σ_{max})、最大静水圧応力 (実 σ_{m})と環状 切欠き試験片 (ϕ =10mm、0.25R) に発生する最大主応力 (V σ_{max})、最大静水圧応力 (V σ_{m})と、 ボルト及び試験片に発生する公称応力 σ_{N} との関係を数値解析結果から類推したものを図3.6.1に 示す。両軸とも引張強さ σ_{B} で除した値としている。実際のボルトと試験片の σ_{max} 、 σ_{m} は共に標 準ボルト張力 σ_{N}/σ_{B} =0.743 の近傍で良好に一致している。したがって、F10T に発生する応力状 態は、環状切欠き試験片 (ϕ =10mm、0.25R) で模擬が可能と判断できる。



図 3.6.1 実際のボルト F10T (M22) と環状切欠き試験片の応力 (0.25R)

3.6.2 超高力ボルトを模擬する環状切欠き試験片形状

S14T (M22)の実際のボルト形状にて発生する最大主応力(実 σ_{max})、最大静水圧応力(実 σ_{m})の計算値と環状切欠き試験片($\phi = 10$ mm、0.35R、0.41R)形状にて発生する最大主応力(V σ_{max})、最大静水圧応力(V σ_{m})の計算値、ボルト及び試験片に与える公称応力 σ_{N} の関係を図 3.6.2、図 3.6.3 に示す。両軸とも引張強さ σ_{B} で除した値としている。標準ボルト張力 $\sigma_{N}/\sigma_{B}=0.743$ に対して、実際のボルトと試験片の σ_{max} に一致する環状切欠き先端の半径は 0.35R が最も近く、 σ_{m} に一致は 0.41R が最も近いことがわかった。 $\sigma_{max} と \sigma_{m}$ を比べたとき、 σ_{max} は遅れ破壊に対する作用応力としての寄与、 σ_{m} は水素集積への寄与がある。したがって、S14T に発生する応力状態は、環状切欠き試験片の切欠き先端の半径を 0.35R~0.41R の範囲に設定することで模擬できると

考えられる。



図 3.6.2 実際のボルト S14T (M22) と環状切欠き試験片の応力 (0.35R)



図 3.6.3 実際のボルト S14T (M22) と環状切欠き試験片の応力 (0.41R)

第3章 参考文献

- 3.1) (一社)日本鋼構造協会:高力ボルトの遅れ破壊評価法ガイドライン, JSSC IV 10-2014
- 3.2) (一社)日本橋梁建設協会:高力ボルトの遅れ破壊と対策,2007.3
- 3.3) (一社) 日本鋼構造協会:高力ボルトの遅れ破壊, JSSC, Vol.6, No.52, 1970
- 3.4) (一社) 日本鋼構造協会: JSSC テクニカルレポート No. 91, 高力ボルトの遅れ破壊特性評 価ガイドブック, 2010.7